# 博士学位論文

導電性高分子の電解伸縮を用いた

ソフトアクチュエーターの負荷特性に関する研究

平成22年3月

九州工業大学大学院生命体工学研究科

千代 智一

### 導電性高分子の電解伸縮を用いた

### ソフトアクチュエーターの負荷特性に関する研究

#### 目次

第	1	章	5	ŀ	亨	論		•••	•••	•••••	••••	••••	••••	•••	•••	••••	•••	•••	•••	•••	•••	••••	•••	•••	••••	• • •	••••		••••		4	ł
	1		1		緒	言		•••		•••••	••••	•••	••••		•••	•••		•••		•••	•••	•••		••••	•••	• • • •	•••	• • • •	••••		5	5
	1	•	2		本	論	文	თ	構	成	•••	•••	••••	•••	••••	••••	•••	•••	• • •	•••	•••	• • • •	•••	•••	••••	•••	•••		•••		ç	)
第	2	章	5	ì	算 ]	電	性	高	分	子の	D牧	勿忄	生			•••	•••	••••		•••	•••	••••	•••	••••		••••	•••	••••	• • • •	1		0
	2		1		導	電	性	高	分	子の	構	造	٤	性	質		••••	•••	••••	••••	••••	••••	•••	•••	• • • •	••••	••••	••••			1	1
	2		2		導	電	性	高	分	子の	電	解	重	合		•••	•••	•••	••••	•••	•••		•••	• • • •	••••	•••	•••		• • • •	1	.	4
	2		3		導	電	性	高	分	子の	電	気	化	学	的	性	質						•••		•••		•••	••••	•••		1	6
	2		4		導	電	性	高	分	子の	動	作	原	理	を	用	11	た	צ	フ	۲	ア	ク	チ	<u></u>	т-	- {	୨ <b>-</b>	- の			
					電	解	伸	縮		••••	•••	••••	••••	••••	•••	•••	•••	•••	• • • •	•••	•••	•••	•••	••••	•••	••••	•••	••••	••••	. 1	I	9
第	3	韋	<u><u></u></u>	-	ታ ·	チ	オ	ン	駆	動型	텔 F	P	P '	v	/	D	В	S	ア		7 =	<u>ታ</u>	<u></u> г.	т	_	タ	_	の				
				Ē	3  3	張	荷	重	下	にす	3 F	ナそ	3 Í	〕	岢	-	仕	事	特	벰	ŧ.	••••	•••	••••	•••	••••	•••	••••	•••••	2	1	3
	3		1	ł	緒	言			••••		••••					••••	•••	••••		•••	•••		•••		• • • •		••••				2	4
	3		2		実	験			••••		••••				•••		•••	•••		•••	•••	•••			•••						2	6
		3		3	-	1	į	試》	斜(	の作	製						•••							•••					•••		2	6
		3		2	-	2		電	解	伸縮	iの	測	定	方	法		•••	•••			•••	••••			• • •						2	8
	3		3	ļ	結	果。	<u>۽</u> ع	考察	ž																						2	9
		3		3	_	1	N	N a	n C	: 1;	水洋	容汉	夜中	$\neg \sigma$	) 루	4	長右	行宣	巨下	- IZ	_ d	5  -	tz	5 F	P	• v	1	D	BS			
								ア	ク	チュ	I	_	タ	_	ר ס	31	張	荷	重	 下	で	<sub>ກ</sub>	雷	解	伸	縮	诗	性	-	2	2	9
		3		3	_	2	Ν	Na		: 1;	化洋	容汉	夜中	¤ σ	) Z	~ ·   引	長右	行員	 巨下	קוד	- = t	51-	」 ナズ	5 F	• • •	γ	/		BS	_		-
		-	-	-		_	-	ア	ク	チュ	T	_	タ	_	っ の	負	荷		- ' 電	流	特	性		••••	••••	••••	•••				3	2

3.3-3	NaC1水溶液中の引張荷重下におけるPPy/DBS	
	アクチュエーターのエネルギー変換効率	35
3.3-4	異なる駆動用カチオン(Na^,K^)の	
	電解伸縮特性	38
3.3-5	PPY/DBSアクチュエーターの伸縮率と、水溶液中	<sup>1</sup> の
	駆動用カチオンのストークス半径の依存性	43
3.4 まとめ		45
第4章引張荷重	┋下におけるPPy/DBSフィルムの	
電解	申縮による非等方的変形とメモリー効果	46
4.1 緒言		47
4.2 実験		48
4.3 結果と	考察	49
4.3-1	LiC1水溶液中の引張荷重下におけるPPy/DBS	
	フィルムのサイクリックボルタムグラムと	
	電解伸縮特性	49
4.3-2	LiC1水溶液中の引張荷重下におけるPPy/DBS	フィ
	ルムの負荷-電荷特性	51
4.3-3	LiC1水溶液中の引張荷重下におけるPPy/DBS	
	フィルムの電解伸縮のサイクル依存性	53
4.3-4	LiC1水溶液中の引張荷重下におけるPPy/DBS	
	フィルムのエネルギー変換効率	56
4.4 まとめ	)	57
第5章 カチオ	「ン駆動アクチュエーターの繰り返し荷重下の	
負荷特	,性	58
5.1 緒言		59
5.2 実験		60
5.3 結果と	考察	61
5.3-1	NaC1水溶液中で繰り返し負荷を受ける場合の	
	PPy/DBSフィルムの電解伸縮特性	61

		5	. 3	; -	2		Ν	a (	C 1	水	溶	液	中て	ご繰	IJ	返	し負	〕荷	を	受日	ける	場	合(	の			
							Ρ	P	y /	D	В	S	フ 1	' JL	vЪ	の	負荷	<b>苛</b> -	電	流丬	寺性		••••	••••	••••	6	7
		5	. 3	; -	3		Ν	a (	C 1	水	溶	液	中て	こ繰	IJ	返	し負	〕荷	を	受日	ける	場	合(	の			
							ΡI	P۷	/ /	D	В	S :	フィ	ル	Ц	<u>ຫ</u> ຼັ	ロネ	い	ギ・	- 3	変換	劾፯	轾.	••••	••••	7	0
	5	•	4	ま	こと	め	••••	••••	• • • •	••••	••••	••••	• • • •	••••	••••	• • • •	••••	• • • •	••••	••••	••••	••••	•••	• • • •	••••	7	1
第	6	章		総	括	••••	••••	••••	••••	••••	• • • •		• • • •	••••	•••••	• • • •	••••	• • • •	••••	••••	••••	••••	• • • •	••••	•••••	7	2
謝	辞	•••	••••	•••	• • • •	••••	••••	••••	• • • •	••••		• • • •	••••	••••	• • • •		••••	• • • •	••••	••••	• • • • •	••••	• • • •	••••	•••••	7	5
参	考	文	献		••••	••••	• • • •	••••	••••	••••	••••	••••	•••••	•••	••••	••••	• • • • •		• • • •	••••	••••	• • • • •	••••	••••	• • • •	7	6
研	究	業	績		••••		• • • •	••••	••••	• • • •			••••	• • • •	••••	••••	• • • •	••••	•••••	• • • •	••••	• • • • •		••••	•••••	7	9

# 第1章 序論

#### 1.1 緒言

昨今我々は人口の少子高齢化により、高齢者介護負担の増加、及び産業面で は少子化に伴う労働力不足、技能・技術の伝承困難等深刻な問題を抱えている。 現在それらの問題解決を行うべく各方面で活発な研究、議論が行われている。

その解決策の一つとしてロボット技術、スキルアシスト(日々の日常生活 の動作支援する事も含め)技術は不可欠なものである。

これまでのロボットは主に工場内等の決められた環境の中で特定の作業を忠 実に行う産業的な需要に応えるべく研究開発が成されて来た。ロボットや専用 機械は、人間には困難な精密な位置精度を要する作業、人間では持ち上げるこ とすら出来ないパワーを必要とする作業、もしくは3Kに代表される様な人体 の耐えがたい環境下での作業の代替を実現してきた。

これまでの20年で自動車、電機産業を中心とし産業用ロボットは相応の分野で普及し一部の製造工場では90%に達するまでロボット化が進められている。しかしながら高い技能の必要な作業分野では導入率が低迷し発展途上である。これは一重に人間(職人)が持つ繊細な感覚、経験に基づく技能を代替できないことに他ならない。現状のロボット技術は人間の能力の一部を補完(特定の要求項目にはそれ以上の能力を発揮、具現できるが。)しているに過ぎない。

これらの課題を解決するために、人間の持つ知能、感覚能力と、それをロボ ットが持つ能力組み合わせることでより高度な生産ラインを構築することが進 められている。今後人間とロボットの共存・共同作業は不可欠である。

また、一方で高齢化が進む社会において、個人が加齢により身体機能の衰え た部分をスキルアシスト技術の支援により自立的な生活を営める様になること は極めて重要なことである。大半の高齢者は身体的に健全であり、一部の衰え た機能をアシスト技術で補うだけで日々の生活が明るく充実する事は数々の研 究でも明らかである。

現在では、それらロボット・スキルアシスト技術は上記の社会的な問題解決 の要求に応えるべく様々な方面で精力的に研究が進められている。例えば高齢 者の介護 / リハビリのアシスト、家事手伝い等と直接日常生活の中でもロボッ トやスキルアシスト装置が人間と共存することも近い将来の実現が予測される。 この様に人間親和型のロボットやスキルアシスト装置への期待は高い。

5

しかしながら現在のロボットはその駆動源にモーターや金属製の油空圧機器、 電磁ソレノイドが主流であり硬く、重たくかつ複雑な動作機構を必要としてい る。今後人間親和性のロボットを考える上で、ロボット自身がソフトであり、 生物特有の柔軟な動きや過負荷時のやさしい受動性が求められる。現在それら の要求に応えるためセンサーやソフトウエアの改良が進められているものの、 本質的な課題解消の為には、駆動装置として柔軟に伸縮可能なソフトアクチュ エーターあるいは人工筋肉の開発が望まれている。

我々の研究では、前記の要求に応えるべく機械と人間が共存できる人間親和 型ロボットに必要なソフトアクチュエーターの実現を目的に置いている。

近年、すぐれた性能をもつソフトアクチュエーターが数多く報告されている。[1・7] 現在は基礎研究の進展もさることながら、企業もその事業化に向け注力を開始した。図1 - 1はソフトアクチュエーターに関する近年の特許出 願数を表したグラフ<sup>[8]</sup>であるが、ここ数年出願数は増加傾向にあることが分かる。



公開公報件数

図1-1 導電性高分子アクチュエーターの特許出願件数[8]

これまでの研究から、様々な材料の中で筋肉のように柔軟で強靭な構造を持 つ高分子は最適な材料である。高分子によるソフトアクチュエーターの材料と して導電性高分子、誘電体ゲル、ヒドロゲル、イオン交換樹脂など様々な材料 が研究されている。表1 - 1に代表的な高分子材料を用いたソフトアクチュエ ーターの特性を示す。

材料	変形動作	印加電圧 (V)	<b>伸縮率</b> (%)	発生力 (MPa)	<b>応答速度</b> (s)	寿命	動作環境	参考 文献
生体筋肉	伸縮	-	25-30	0.4	0.1		ウエット (水)	-
イオン交換膜	屈伸	2 - 3	> 3	30	0.1		ウエット (水、有機溶媒)	[1]
導電性 高分子	膨潤・収縮、 屈曲	1 - 2	39	22	1		ウエット (水、有機溶媒)	[2] [3]
強誘電性 エラストマー	伸縮	5000-6 000	380	8	0.2-1		ドライ	[4]
ポリマーゲル	屈伸	500	20	-	0.1		ドライ (絶縁性有機溶媒)	[5]
ハイドロゲル	屈伸	2 - 3	-	-	×	×	ウエット (水)	[6]
カーボン ナノチューブ	屈伸	3 - 4	0.9	0.1	0.1		ウエット・ドライ (イオン液 体・ゲル)	[7]

表1-1 各種高分子材料によるソフトアクチュエーターの特性

中でも導電性高分子は低い動作電圧による電気化学的な酸化・還元によって 伸縮(電解伸縮)するソフトアクチュエーターであり、これまでの研究により 大きな変形、発生力が得られるという観点から最も優れた材料として期待され ている。<sup>[9-12]</sup>

導電性高分子としてポリピロール、ポリアニリン、ポリチオオフィン等の電 解伸縮について調べられているが、それらの中で簡便な電解重合で強靭なフィ ルムが得られるという点からポリポロールは最も多く研究されている材料であ る。これまでの研究ではアクチュエーターのひずみ量、発生応力、応答速度、 使用条件(湿潤からドライ環境へ)などの改良を中心に研究が進められてきた。

現在のところポリピロールソフトアクチュエーターは最大伸縮率39%、発

生力は生体筋肉の10倍以上の22MPaの性能を持ったものが報告されている。<sup>[3,13-20]</sup>

しかしながら導電性高分子ソフトアクチュエーターの実用化には安定動作、 製品の寿命の点で未だ不十分である。これらの材料の電解伸縮の詳細なメカニ ズムはまだ不明な点が多く、本来の特性を十分に活用していないと思われる。 本研究では、それらの課題を解決するため下記の3つの観点から導電性高分子 ソフトアクチュエーターの伸縮機構についてメカニズムの解析を行った。

- 1) 引張荷重下での電解伸縮挙動のメカニズムの解明
- 2) クリーピング現象とトレーニング効果の解析
- 3) 疲労と老化(劣化)のメカニズムの解明

本研究ではPPy/DBSカチオン駆動型アクチュエーターを用いた。 カチオン駆動型アクチュエーターは後述のよう、物を引き上げる状態(酸化状態)でアクチュエーター自身のヤング率が高くなり、人間の筋肉と同様、収縮 により仕事をした状態で硬くなる挙動を示し、アクチュエーターとして適した 性質を持っている。本研究ではカチオン駆動型PPy/DBSアクチュエータ ーに電解伸縮サイクル中に大きな引張荷重を与えた場合の伸縮挙動のメカニズ ムの解析、及びその中で観測された変形のメモリー効果、及び荷重除去(軽減) 後のアクチュエーターのトレーニング効果(変形の回復)について、また様々 な荷重履歴におけるソフトアクチュエーターの老化(劣化)のメカニズムにつ いてポリマーの組織構造の変化、再統合のモデルを用いながら議論していく。

高分子によるソフトアクチュエーターが実用化されれば、様々な機械装置に 搭載可能である。機械自身をやさしく、軽量にすることが可能となり義手義足、 医療機器、パワーアシスト装置等のヒューマンインターフェース、人間親和型 ロボットの出現や、軽くしなやかな駆動装置を持った省エネ機械の開発も可能 である。ソフトアクチュエーターは我々の抱える少子高齢化問題や環境、省エ ネ問題の解決の為の一つの重要な要素と成り得るものである。

#### 1.2 本論文の構成

本論文は全6章から構成される。まず第1章は序論である。ここでは本研究 の目的と社会的背景をあげ、研究で解決すべき課題について述べる。

第2章は導電性高分子の物性についてまとめた。これまで研究されてきた導 電性高分子を用いたソフトアクチュエーターの動作原理について述べる。

第3~5章は結果と議論、及び各章のまとめである。前節に挙げた導電性高 分子アクチュエーターの課題について、3つの章からそれぞれについて考察した。各章について実験結果と考察を述べる。

第3章ではカチオン駆動型 P P y / D B S アクチュエーターの引張荷重下に おける仕事挙動とエネルギー変換効率を求めその伸縮メカニズムの解析を行っ た。第4章では前章の結果を基に高引張荷重下における P P y / D B S フィル ムの電解伸縮に生ずるクリーピングとその回復現象を非等方的な変形挙動とそ のメモリー効果について考察する。第5章では実用上のアプリケーションを想 定しカチオン駆動アクチュエーターに繰り返しの荷重変動がかかる場合につい てトレーニング効果、および疲労と寿命の観点から考察した。最後に第6章で 全体の総括を記した。

## 第2章 導電性高分子の物性

#### 2.1 導電性高分子の構造と性質

図2-1に代表的な導電性高分子の構造を示す。導電性高分子は 結合と呼 ばれる2重結合が交互に結合した共役系1次元ポリマーである。すべての主査 骨格の炭素原子には一個の 電子が緩く主鎖骨格に結合しているため、容易に 可逆的に酸化(取り除く)、及び還元(戻す)することが可能である。この 電 子が導電性高分子を特徴付ける。



導電性高分子の 電子は結合に強く寄与していないために、電子を取り除く ためのイオン化ポテンシャルは比較的小さい。またそのためHOMOとLUM Oの差、すなわち、禁止帯幅(*Eg*)は2~3 e Vと通常の無機半導体と同程 度もしくはそれより少し大きいくらいなので、導電性高分子は半導体としての 性質を示す。導電性高分子は酸化剤の臭素やヨウ素に曝すことで、荷電ソリト ンやバイポーラロンが生成され、導電率は絶縁体から金属的な値に大きく増加 する。このような化学的ドーピングは図2-2に示すように酸化剤の電子親和 力が導電性高分子のイオン化ポテンシャルより大きいため、導電性高分子の 電子が酸化剤に自発的に移動し価電子体に正孔を生ずる。



図 2 - 2 導電性高分子と酸化剤のエネルギー状態と電子移動[21]

図2 - 1-(2)に示す5員環をもつポリピロールでは、基底状態に示す構造と 二重結合が入れ替わった構造を取りうる。ほとんどの導電性高分子がこの系で ある。酸化剤をドープすると、 電子の一部が酸化剤に移動してポーラロン、 バイポーラロンがドープ量に依存して生成される。これらは荷電キャリヤとな り電気伝導に寄与する。

図2 - 3 に示すポリピロールでは価電子帯の上端から電子が一個取り除かれ ることにより局在化した正孔(カチオンラジカル)が発生する。この現象はド ーピングが進むにつれ幾つかのピロールモノマー単位にわたって広がり、高分 子主鎖を構成する炭素間距離を伴う部分的な非局在化が起こる。このカチオン ラジカルに関係したエネルギー準位は価電子帯よりも高いエネルギー準位に位 置するのでそのエネルギー帯は禁止帯幅内に存在していると考えられる。この ように高分子鎖にわたって部分的に非局在化したカチオンラジカルは、その周 辺の媒体を分極することによってそれ自身を安定化しているためポーラロンと 呼ばれ、1/2のスピンを持ち、プラスの電荷を持つ。さらにドーピングが進 むと一方の電子がポーラロンを持つ酸化した導電性高分子から引き抜かれるこ とでバイポーラロンを生じ、これがキャリヤとなり電気伝導に寄与する。ポリ ピロールでは図2-3(b)に示すようにポーラロンやバイポーラロンは3つ のピロール環を1ユニットとして広がっていると考えられ、1ユニット内のピ ロール環内で作られた価電部は2重結合、単結合の再配置により分子間に沿っ て動くことが可能となる。図2-4のように更なるドーピングの結果により多 くのバイポーラロンが形成されることによりエネルギーは重なり禁止帯内にポ ーラロンバンドを形成する事となり、伝導度は金属並みに飛躍的に向上する。 図2-4にドーピングによる導電性高分子の電子状態の変化を示す。





( a ) ポーラロン



(b)バイポーラロン

図 2 - 3 ポリピロールへのドーピングによるポーラロンとバイポーラロン



ポーラロン準位 バイポーラロン準位置

((a)未ドープ状態,(b)微量ドープ,(c)高ドープ,(d)高ドープ)
図 2 - 4 ドーピングによる導電性高分子の電子状態の変化

#### 2.2 導電性高分子の電解重合

導電性高分子の薄膜を得る方法として、適当な有機溶媒に溶解させその溶液 からキャスティング法、スピンコート法や、溶解法、真空で加熱し薄膜を形成 する真空蒸着法などが知られている。しかしながら導電性高分子は通常長い共 役系をもち反応性が高いこと、またその2重結合から溶媒への溶解が困難、か つ高温でも溶解しにくいことからその生成は容易ではない。そうした中で電解 重合法は単純な方法でありながらフィルム状の導電性高分子を合成することが 可能である。その中で 導電性高分子のポリピロール(PPy)は、簡単な電 気化学装置を用いて電解重合により、最終生成物を良質な薄膜として得られる。

図2-6にポリピロールの電解重合装置を示す。電解重合ではビーカーに作 用電極、参照電極及び対向電極を電解液の中に浸して、定電流、あるいは定電 圧をかけることによって作用電極上に黒いフィルムとして合成される。生成さ れたフィルムは酸化状態でアニオンが取り込まれ高い電導度を有している。ア クチュエーターの特性は電解重合で取り込まれるイオンの大きさによって大き く変わる。 開始反応



成長反応



停止反応



図 2 - 5 ポリピロールの電解重合プロセス



その重合のメカニズムを図2 - 5 に示す。ピロールモノマーの酸化によって水 素をプロトン化して外し、ピロール環を重合させる。生成物はピロール環3個 に対して、ほぼ1つの負イオンが対となって酸化状態で得られる。ピロール環 3個を1ユニットにした場合、約1個のドーパントが影響し、ピロール環1個 あたり電子が2.33個消費される。そのうち0.33個の 電子が可逆的に 還元あるいは酸化できイオンのドープ、脱ドープに寄与する。

#### 2.3 導電性高分子の電気化学的性質

導電性高分子に作用電極を取り付けカチオンとアニオンを含む電解液中で 参照電極に対し適切な電圧を印加し、導電性高分子を電気化学的に酸化・還元 させることによってイオンのドープ、脱ドープが起こりフィルムの変形を生じ る。

この現象を電解伸縮(electrochemomechanical strain: ECMS)と称する。 図 2 - 7 電気化学的酸化・還元による導電性高分子の電子移動を示す。

導電性高分子フィルムに対しプラスの電圧を印加することによりフィルムは酸

化されフィルム主鎖内に正に荷電したキャリアが生成され(バイポーラロン)、 このプラス電荷を打ち消すように電解質中の同数のアニオンがフィルム内に取 り込まれ電荷のバランスがとられる。一方対向電極に送られた電子は電解溶液 中のカチオンに電子を与え還元する。反対に電源の極性を反転させることによ り導電性高分子は還元され、フィルム内の電荷の中立を保つためアニオンはフ ィルム内に脱ドープされ元の状態に戻る。この様に電気化学的酸化還元による 導電性高分子の電解伸縮反応は、フィルムの変形、速度等を電圧、電流により 制御できる点はアクチュエーターとして最適である。

エネルギー 作用電極のサイクル電位幅 LUMO 単のMO 単のMO 単のMO 電子移動 負イオンの注入 作用電極の電位 酸化電流 A 対向電極へ

導電性高分子のエネルギー帯



M

M

電解液

M

MP

対向電種

図2-7電気化学的酸化・還元による導電性高分子の電子移動[21]

図2-8 電気化学的酸化(ドーピング)

17

導電性高分子

ポリカチオン

カチオン

アニオン

導電性高分子アクチュエーターの電気化学的な酸化還元による変形(膨潤及 び収縮)は、図2-9に示すよう嵩高いイオンの脱注入と、 電子の非局在化 による分子の剛直化、及び主鎖内外の静電反発による要因もあり、これらが混 在して電解伸縮を起こし3次元的な変形が生じていると考えられる。これらの 要因のなかで(b)による嵩高いドーパントの出入りが最も寄与していると考 えられる。



図2-9.導電性高分子における電解伸縮のメカニズム、

(a) 電子の非局在化による分子の形状変化、(b) イオンの挿入(c) 静電反発

#### 2.4 導電性高分子を用いた

#### ソフトアクチュエーターの電解伸縮

前節で述べたよう、導電性高分子アクチュエーターの主な駆動原理は、イオ ンのドープ・脱ドープに伴う高分子の体積変化である。これら導電性高分子ア クチュエーターには、アニオンが出入りすることによるアニオン駆動型アクチ ュエーターと、カチオンが出入りすることによるカチオン駆動型アクチュエー タの2種類が確認されている。この2つの駆動方式の違いはアクチュエーター を作成する際の電解重合でドープされるイオンの大きさに起因している。

アニオン駆動型フィルムにはCF3SO3をドーパントとして用いたフィルム、カチオン駆動型アクチュエーターには長いアルキル鎖をもつドデシルベンゼンスルホン酸(DBS)をアニオンとして用いたフィルムについて比較する。



(a) TFS (CF<sub>3</sub>SO<sub>3</sub><sup>-</sup>) (b) BSA (C<sub>12</sub>H<sub>25</sub>C<sub>6</sub>H<sub>4</sub>SO<sub>3</sub><sup>-</sup>) (Trifluoromethanesulfonate) (Dodecylbenzennesuifonic Acid)

図 2 - 1 0 アニオン・カチオン駆動型アクチュエーターのドーパントの 分子構造式

ドーパントの出入りに伴う P P y フィルムの膨潤収縮は酸化により導電性高 分子の 電子が抜き取られた際に、フィルム内の電荷を補償するため電解液か らアニオンがドープされることで発現する。 C 1 のような比較的小さいアニ オンがドープされた場合は、フィルムが酸化されることでドープされるアニオ ンによりフィルムが膨潤し、還元されるとアニオンが電解質中に放出され収縮 するアニオン駆動型と呼ばれる伸縮挙動を示す。

一方フィルムを電解重合する際、ドデシルベンゼンスルホン酸(DBS)の 様な比較的大きなアニオンが重合時 PPyフィルム内にドープされると還元時 でもアニオンが PPyフィルムの主鎖に絡みつきフィルムから外に動くことが 出来なくなり、代わりに溶液中のカチオンをフィルム内に取り込み、 PPyフ ィルム内の電荷を補償することとなりフィルムはその分膨潤する。酸化時は逆 にフィルム内の電子が抜き取られるため、フィルム内の電荷補償のためカチオ ンは放出され、結果フィルムは収縮する。この場合アニオン駆動型とは逆の伸 縮挙動を示し、このような電解伸縮挙動をカチオン駆動型と呼ぶ。

いずれの駆動でも、導電性高分子は酸化状態が 電子の非局在化により主鎖 間の構造変化を生じることにより剛直な状態となり、還元状態は相反して柔軟 な状態となる。代表的なアニオン・カチオン駆動型アクチュエータフィルムの 機械特性を表2-1に記す。それぞれの駆動方式によるモデルを図2-11に 示す。

駆型	カ <del>:</del>	チオン、駆動型PP	y / DB S	アニオン、国本型 PPy / TFS							
西日	光街市	ヤング率	電導度	光通	ヤング率	電算度					
山口	于到	(GPa)	(GPa) (S ∕ cm)		(GPa)	(S/cm)					
酸化扰態	収縮	剛(0.26)	高(60)	俌張	圙(0.48)	高(100)					
還元状態	俌張	<b>柔</b> (0.15)	低	収縮	<b>柔</b> (0.29)	低					

表2-1 カチオン・アニオン駆動型アクチュエーターの特性

PPyアクチュエーターにドープされるアニオンにはTFSIやPF<sub>6</sub><sup>-</sup>の ように嵩高いものが多く伸張率が39%を超えるアクチュエーターも開発され ている。一方カチオンにはLi<sup>+</sup>やNa<sup>+</sup>などのアルカリイオン、TBA<sup>+</sup>、T EA+、TMA<sup>+</sup>のイオン液体などがあり、それらは水和半径もしくはイオン 半径が比較的小さいため大きな伸縮率の実現は難しい。



a)アニオン駆動型アクチュエーターの挙動



b)カチオン駆動型アクチュエーターの挙動

a:電源、 b: P P y、c:対極、 d:電解液 e:アニオン f:カチオン g:ポリカチオン

図2-11 カチオン・アニオン駆動型アクチュエーターの伸縮メカニズム

また、アニオン駆動型アクチュエーターが広い還元電位で脱ドープされるに 比してカチオン駆動型アクチュエーターの還元電位が高くカチオンのドーピン グが起こりにくい。<sup>[22]</sup>

これまでアニオン駆動型アクチュエーターは最大伸縮率39%、収縮力22 MPa等の優れた伸縮特性を示すが、カチオン駆動型アクチュエーターに比し て短い駆動回数で性能の低下が起こることが報告されている。<sup>[22]</sup>これらの原因 としてアニオン駆動型アクチュエーターでは電気化学的サイクルを繰り返すう ちカチオン駆動に比べ嵩高なイオンが出入りすることにより膜の劣化が進むと 考えられる。

ソフトアクチュエーターを人間模倣アクチュエーターとして考えた場合、人間の筋肉と同様、仕事をして収縮した時にアクチュエーター自身の剛性が上がる(硬くなる)ことが物体を支持する上でも効率的で望ましい。この観点によればカチオン駆動型アクチュエーターはその基本挙動において、より生体の筋肉と近い動きを示すことから人間親和型ロボットを目指す上で、生態模倣アクチュエーターを考えた場合、最適の駆動方式と言える。

### 第3章

カチオン駆動型 P P y / D B S

アクチュエーターの引張荷重下における

負荷 - 仕事特性

#### 3.1 緒言

導電性高分子は電気化学的な酸化・還元で電気伝導率が金属と半導体のレベ ル間で変化し、その体積変化が起こることは良く知られている。<sup>[9-12,23]</sup>膨張は、 酸化時の 電子の「非局所化」による高分子組織の変化と同時に、嵩高なイオ ンの挿入から生じる。

この過程は電解伸縮(ECMS: electro-Chemomechanical strain)と称される。

導電性高分子の中で、ポリピロール(PPy)は、酸から塩基まで幅広いpHに わたって電気化学的に活性であり、かつ扱いが簡単なため最もよく研究されて いる。今までのところ導伝性高分子アクチュエーターの開発は、そのほとんど が伸縮率や応答性時間の改良に向けられており<sup>[13-19]</sup>、現時点で PPy フィルム は最大伸縮、発生力及び伸縮率/時間比は、各々39%、22-23Mpaで 11%/Sであり、骨格筋肉のそれらに匹敵するものが報告されている。<sup>[3,13-20]</sup>

しかしながら製品のアクチュエーターとして考える上で、その「挙動の不安 定さ」、「製品の寿命」という観点から実用化が困難な課題を抱えている。

それらの課題の解決の為には、実際のアクチュエーターとして負荷条件下で 仕事(機械的出力を発生する)をするための、電解伸縮挙動の詳細なメカニズ ムの解析が不可欠である。これまでの報告では Spinks と Truong<sup>[24]</sup>は一定の力 対しての仕事と復元スプリングに対しての仕事を基にしてアクチュエーターの 挙動について議論した。彼らは、アクチュエーターの伸縮や1サイクルあたり の仕事が、電気的な刺激により変化する弾性係数にどのように依存しているか について議論した。Madden et al<sup>[25]</sup>はPPyの ECMS 中の電荷と伸縮と荷重、 および時間の関係(依存)を研究した。彼らは、アクチュエーターの履歴や荷 重の違いにより電気応答性が変化することを示し、荷重が増加するにしたがっ てインピーダンスが低下するのを発見した。Otero と Cortes<sup>[26]</sup>は2つの電極端 子をもつ3層の曲がるPPyアクチュエーターが温度、電解質濃度および荷重 を感知する能力を持つことを報告している。これらの要素の変化の変化量は一 定電流モードの操作下で与えられた電位の変化によってモニターされた。

我々のこれまでの論文<sup>[26]</sup>では、アニオン(負イオン)駆動の PPy フィルム アクチュエーターの電解伸縮挙動と荷重の関係(依存性)について調査し、そ の結果として荷重を増加させると共に電流も増加し、エネルギー変換効率は荷 重とともに変化し最大 0.25%であることを報告した。

本章では、生体筋肉模倣型ソフトアクチュエーターとしてカチオン駆動型 P

24

Py/DBSに着目し、様々な荷重負荷で駆動されるカチオン(陽イオン)駆動 PPy/DBSチューブアクチュエーターについて、電解伸縮挙動、及び高い荷重下で発生するクリーピング現象についてその特性を調べた。また電気入力に対する機械仕事の特性、変換効率について考察する。

#### 3.2 実験

#### 3.2-1 試料の作製

本章で記載するカチオン駆動型アクチュエーターは、第2章図2-6で示し た電解重合の基本セルを用いて、以下の重合条件にて試料の作製を行った。

Time	3000 [s]
Current	1.0 [mA/cm2]
Solvate	Distilled Water
Monomer	Pyrrole [0.15M]
Surporting Electrolyte	Dodecylbenzensulfonic Acid (DBS)[0.25M]
Electrode	WE:Gold coated acryl rod CE:Pt Plate
Interelectrode Distance	15mm
Temperature	Room Temperature

表3-1 カチオン駆動型アクチュエーター重合条件



 $Pyrrole(C_4H_5N)$ 

D B S A (C<sub>12</sub>H<sub>25</sub>C<sub>6</sub>H<sub>4</sub>SO<sub>3</sub>-) (Dodecylbenzennesuifonic Acid)

図3-1 使用する薬品の構造式

PPyチューブ<sup>[27]</sup>は対抗電極にプラチナを使い、0.15Molのピロール と、0.25Molのドデシルベンゼンスルホン酸((DBS:

dodecylbenzensulfonic)の電解質水溶液中で、金コーティング(厚み約100

nm)された直径 2.0mmのアクリル樹脂のロッドの上に、単位平方センチあ たり1mA/cm<sup>2</sup>の一定電流を1500秒間かけて電解重合させた。<sup>[28]</sup>薄 膜の重合後アクリル樹脂性のロッドは約一日間アセトン液中に浸し溶解させた。 チューブ状の薄いPPyフィルムの内側にはロッドにコーティングした金が付 着した状態で残った。この金部分はチューブ全体を通じて導電率の向上に寄与 する。

この様にして得られた polypyrrole(PPy/DBS)チューブは 15µm の厚みがあ り、酸化及び、チューブが濡れた還元状態で各々ヤング係数は 0.26 と 0.15GPa を示した。 P P y / D B S チューブの粘弾性(visco-elastic)、張力の特性は、 Perkin-elmer Dynamic Mechanical Analizer、DMA 7e を用いて測定した。

本実験では15mmの長さがあるPPy/DBSチューブをアクチュエータ として使い、特殊なガラス容器で1MolのNaClの電解質水溶液中で電気 化学的に駆動させ、電解伸縮挙動を測定した。

電気入力エネルギーは E<sub>Ein</sub>= vidt から求めた。ここで、i は電流、t は時間 である。この計算には、参照電極から測定した電圧を基準として用いた。(本来 であるなら印加電圧はカウンタ電極に対して測定されるべきである)。機械的な 出力エネルギーは E<sub>Mout</sub>=mg l から求めた。ここでmはチューブに吊り下げら れた錘の質量である。g は重力である、そして、 l はチューブ収縮時での錘を 引き上げた長さである。伸縮率は以下のように求めた。ここで l<sub>o</sub>はチューブ の初期長さである。

 $(\# ax = (\%) = (l/l_0) \times 100$  (式1)

#### 3.2-2 電解伸縮の測定方法

電解伸縮の測定方法として図3-2に本研究で使用した電解伸縮測定装置の ブロック図を示す。測定には底面にピンフォールに開けた特殊なセルを用いて、 波形発生装置よりCV、もしくは矩形波の制御された電圧をポテンションガル バノスタッドを介して3電極方式で試料に加え、レーザー変位計により伸縮量 を測定し、変位量、電圧、電流をPCに記録するシステムである。



図 3 - 2 電解伸縮測定装置

#### 3.3 結果と考察

3.3-1 NaCl水溶液中の引張荷重下における PPy / DBS
アクチュエータの引張荷重下での電解伸縮特性

本実験では各引張荷重下の条件において P P Y / D B S アクチュエーターに A g / A g + 参照電極に対して図 3 - 3 に示したよう0 . 6 V 4 5 0 秒 - 0 . 8 5 V 4 5 0 秒の矩形電圧を与えた。



図 3 - 3 P P y / D B S チューブに与えた矩形電圧波形 (参照電極に対して - 8 5 0 m V / 4 5 0 s、6 0 0 m V / 4 5 0 s)

図3-4(a)(b)に1MolNaCl電解質溶液中で駆動した場合のPPy/ DBSの電解伸縮と引張荷重負荷の依存性を示す。実験ではフィルムに荷重を かけた後、休息状態からすぐに電圧を与えた。フィルムの挙動の安定のため各 荷重条件において3サイクルの電解伸縮の測定を行い、図3-4には3サイク ル目のデータを記録した。

図3-4(a)は還元・酸化1サイクルの曲線を示し t=0 で伸張0%とし。還 元の始まりを始点として図示した。(b)は酸化過程の収縮量を示し曲線の始ま りをt=0として始点を重ね合わせて図示した。

PPy/DBS チューブは負電圧状態(還元)で伸び、正電圧状態(酸化)によって収縮 しカチオン駆動型アクチュエーターの挙動を示した。ここで荷重負荷が2MP a以上の引張負荷ではクリープが観察される。



図 3 - 4 1 M o l N a C l 電解質水溶液中にて駆動した場合の P P y / D B S チューブアクチュエーターの(a) 1 サイクル ,(b)酸化過程の電解伸縮量 と荷重負荷の依存性

図3-4の曲線に示されるようにクリーピングはより高い引張荷重下ではさらに増加されることが観測された。したがって電気化学的な還元による固有の伸張率をクリーピングによる伸張と切り分けて定量化する事は困難である。 2MPaの荷重より上で観測されるクリープは、CF3SO3をドーピングされたアニオン駆動型PPyアクチュエーターのものと比べて少しであった。 (PPy/CF3SO3)また Madden らが報告した<sup>[25]</sup>PF6をドープした PPYフィルムと 比較しても小さかった。

図3-5に各々の引張荷重下でのアクチュエーターの電解伸縮による応力-ひずみ荷曲線を示す。無負荷状態での伸縮率はおよそ 2.8%であった。そして引 張負荷が増加するにつれて伸縮率は 5MPa の時点で半分となるように単調に減 少した)。伸縮率は引張無負荷の時最大値を示すが、図3-5のように引張負荷 が増加すると共に減少し、ある負荷では伸縮率はゼロになる。この負荷に相当 する力を抗力(BlokingForce)という。本実験の結果では、プロ ッキング力がおよそ10MPaであることを示す。<sup>[24,27]</sup>



図3-5 PPy/DBSチューブの応力 - ひずみ曲線

Spinks らの報告[24]によれば、初段階伸張(△l)は近似的に以下の式ようにあらわされる。

 $\Delta l/lo = \Delta lo/lo - f/(SE) \qquad (\exists 2)$ 

ここで  $l_0$  : フィルムの自然長 (元の長さ)(mm)

- *l* :引張負荷時の伸張したフィルム長さ(mm)
- *l*<sub>0</sub>:無負荷時の伸張したフィルム長さ(mm)
- *f* :荷重(g)
- *S* :断面積(mm<sup>2</sup>)
- *E* :酸化時ヤング率(GPa)

図3-5の実線は、若干のばらつきはあるものの *lo / lo*= 2.8%、および *E*=0.28GPaのパラメータから求めた近似線図である。直線の傾きからヤング率 *E*は、実験誤差は含むものの測定値である0.26Gpaと比較してもかなり良 く合致している。 3.3-2 NaCl水溶液中の引張荷重下におけるPPY/DBS
アクチュエータの負荷 電流特性

本節ではカチオン駆動型 P P y アクチュエーターの引張負荷増加に対する電流波形について考察する。本実験での酸化時と還元時の電流応答を図3-6 (a)、(b)にそれぞれ示す



図 3 - 6 各引張荷重下における P P y / D B S チューブの(a)酸化時 及び(b)還元時の電流応答の負荷依存性

高い荷重負荷下では酸化電流(図3-6(a))のピークは縮小し、より長い 間持続されている。それは電気化学セル中のインピーダンスの増加を示してお り、アクチュエーターが荷重負荷を感じているのを示している。

図3-4(b)及び図3-6(a)から明確に見られる様に、自然の筋肉と 同様、高い負荷状態では荷重を引き上げるのにアクチュエーターの収縮はより 長い時間を要している。なぜ高い荷重下において電流が減少(インピーダンス の増加)したり、長く継続するのかは疑問である。セルのインピーダンスには、 PPy/DBSチューブと電極間の接触抵抗とチューブ内部、及び電解質溶液 の抵抗が含まれる。このうち接触抵抗と電解質溶液の抵抗は荷重負荷によって 変化しないと考えられるため、PPy/DBSチューブ内部抵抗がインピーダ ンス増加の主な原因であると言える。酸化中のPPy/DBSチューブの電導 度は向上すると共に収縮、かつ硬くなる。そのことから考えられる一つのメカ ニズムとして、チューブの収縮及び硬くなったことにより水分子と絡み合った カチオンの拡散が低速化し、インピーダンスの増加が生じたと考えられる。

他の複合的なメカニズムも絡み合ったものだと推定され、現時点では詳細な メカニズムは分かっていない。

酸化の間に蓄積された総電荷を荷重負荷の関数として図3-7に示す。図より注入された電荷量は荷重に対してほぼ一定であることが示されている。



図3-7 酸化中にチューブ内に注入された電荷量の負荷依存性

1,2 M P a の荷重負荷条件で見られる様に、他の荷重条件に比べて電荷量が 小さいのは、これらのデーターが実験の初期の段階で得られた事と関連してい ると考えられる。また図3-5 P P y / D B S チューブの応力 - ひずみ曲線 に示した様に、同じく1,2 M P a 時のひずみ量は他に比べ小さな伸縮でであ った。この結果はひずみの大きさは、アクチュエーター駆動のため取り込まれ るイオン又は電荷の数と一定に比例していると言える。<sup>[9,25]</sup>

チューブアクチュエーターを駆動するための電荷の合計はおよそ450mC でありチューブを製作する間に消費した電荷(1.41C)の32%に匹敵す る。 これまでの結果から荷重負荷と電流波形の関係(依存)はアニオン駆動型(P Py/CF<sub>3</sub>SO<sub>3</sub>)フィルムのものと全く異なっている。そのフィルムでは、よ り重い荷重状態では電流のピークは増加しかつ長く続いた。<sup>[27]</sup>アニオン駆 動型PPy/CF<sub>3</sub>SO<sub>3</sub>アクチュエーターの場合、カチオン駆動型アクチュエ ーターと全く反対に、フィルムは還元時に収縮、そして軟らかくなり、かつ電 導度は低下する。カチオン駆動型PPy/DBSチューブアクチュエーターの 場合、電気化学的還元中チューブは伸延、そして軟らかくなり、荷重負荷はチ ューブの伸延に寄与する。これらの現象が還元電流のピークが酸化電流にくら べ各時点で非常に大きい事に関連していると思われる。また、還元電流におい ても荷重負荷が大きくなるにつれ長く継続することが分かった。しかしながら 現時点ではその詳細は分かっていない。



図3-8 PPy/DBSチューブへの電気入力エネルギーと負荷依存性

チューブが収縮している間に入力された電気エネルギーを負荷荷重の関数と して図3-8に示す。無負荷状態でのフィルムの E<sub>Ein</sub>はおよそ 0.25 J であっ た。そしてその大部分はPPy が酸化されたことよるバッテリーに充電されて いると考えられる。そのほとんどは再度取り出し可能な電気入力エネルギーで ある。 3.3-3 NaCl水溶液中の引張荷重下におけるPPy/DBS アクチュエーターのエネルギー変換効率

本節ではカチオン駆動型 P P y アクチュエーターへの電気入力エネルギーに 対する錘の吊り上げによる機械仕事エネルギーとの変換効率を求めた。電気入 カエネルギー *E e i n*、および機械仕事エネルギー *E m ou t* は以下の式3,4よ り算出した。

 $E_{ein} = V \cdot I d t \cdot \cdot \cdot ( \vec{x} 3 )$ 

ここで V:酸化時の印加電圧(V)I:酸化時電流値(A)

 $E_{mout} = mgh \cdot \cdot \cdot \cdot ( \pm 4 )$ 

ここで m:荷重(Kg) g:重力加速度(9.8m/s<sup>2</sup>) h:酸化時アクチュエーター変形量(m)

機械出力エネルギー( $E_{mout}$ )と負荷条件の関係を図3-9に示す。 4-5 M P a の荷重下で飽和状態を示しており、およそ出力エネルギーは150  $\mu$  J である。 $E_{mout}$ の飽和は最大の取り出し出来るエネルギーに相当する。  $E_{mout}$ は、  $l/l_o$ が半分の状態で最大値( $f_{max}$ )となる。それらは機械出力エネルギーからも明白であり、下記関係式5,6<sup>[24]</sup>からも確認することが出来る。

 $E_{mout} = f\Delta l = f\Delta l - f^2 lo/(SE)$  (式 5)

 $f_{\max} = \Delta lo SE / (2lo). \qquad ( \vec{\pi} 6 )$ 

機械的エネルギーは 100 kJ/m<sup>3</sup>で最大のパワー / 体積密度を示す。


図 3 - 9 1 M o l N a C l 溶液中での電解伸縮による機械出力エネルギー の負荷依存性

P P y / D B S チューブアクチュエーターのエネルギー変換効率を荷重負荷 関数として図3-10に示す。

最大エネルギー変換効率は 0.06%であり、その変換効率は(PPy/CF<sub>3</sub>SO<sub>3</sub>)フィル ムよりもはるかに少ないものの、この数値は、Smela et al.等による polyaniline アクチュエーターにおいて報告<sup>[28]</sup>された諸数値に匹敵、または少し良いもので あった。

これら低い変換効率は電気化学サイクル中に起こる2次電池への充電による 働きが大きな原因である。すなわちフィルムは2次電池として作用し、酸化過 程では電荷を蓄、還元過程では電荷を放電する。そのため、放電によるエネル ギーをうまく取り出すことによりエネルギー効率は改善することが可能である。

しかしながら現時点では回復されるエネルギーがどれくらいの量があるのか は分かっていない。詳細の解明のためには更なる研究が必要である。



図 3 - 1 0 P P y / D B S チューブの荷重負荷に対する エネルギー変換効率

#### 3.3-4 異なる駆動用カチオン(Na<sup>+</sup>,K<sup>+</sup>)の電解伸縮特性

P P y / D B S のチューブアクチュエーターにA g / A g <sup>+</sup>参照電極に対し て0.6 V 4 0 0 秒 - 0.8 5 V 4 0 0 秒の矩形電圧を与えた。図3 - 1 1 ( a ) はN a C 1 の電解液中で操作される *1* の電解収縮を示している。そして図3 - 1 1 ( b ) の線図は収縮応答の始まりをt = 0 として曲線の始点を重ねて図 示した。図3 - 1 2 ( a )( b ) は図3 - 1 1 のそれらと全く同じく電解液をK C 1 にした場合に観察された結果である。各々の荷重サイクルにおいて状態を 平衡させるため3 サイクル実行した。図3 - 1 3 ( a )( b ) はN a C I 電解液 中のそれぞれ酸化、還元の電流応答である。図3 - 1 4 ( a )( b ) はK C 1 の 場合である。前節3.3ではN a C 1 電解溶液内において引張荷重を2,1, 0,3,4,5 M P a と連続して負荷したが、本実験ではそうではなく0,1, 2,3,4,5 M P a の引張荷重を連続して加えた。<sup>[23]</sup>

これまでの実験の結果<sup>[23,24]</sup>はアルカリ塩化物(Li<sup>+</sup>、Na<sup>+</sup>、そしてk<sup>+</sup>) ごとの電解質溶液中でのカチオン駆動型PPY/DBSアクチュエーターの電 解伸縮の特性及び電流応答は、ひずみ量や電流量の大きさを除いて本質的には 同じであった。

図3-15(a) NaClと(b) KClの曲線は酸化過程中の引張荷重の 関数として電気的入力エネルギー(*E<sub>ein</sub>*)と挿入された電荷量を示す。図3 -16の(a)(b)はNaClとKCl電解液中で操作されたPPy/DBS のひずみを各々記述した。高い引張荷重下ではPPy/DBSフィルムのクリ ーピング量が含まれため、本節で表したひずみ量(%)は各々の荷重下での収 縮前のチューブの長さと *1*の比から求めた。

図 3 - 1 7 の曲線は(a) N a C l、(b) K C l 電解液中で操作された P P y / D B S のエネルギー変換効率と機械的出力(E<sub>mout</sub>)である。

38



図 3 - 1 1 1 M o l / N a C l 電解質溶液中にて駆動した場合の P P y / D B S チューブアクチュエーターの(a) 1 サイクル ,(b)酸化過程の電解伸 縮量と荷重負荷の依存性



図 3 - 1 2 1 M o l / N a C l 電解質溶液中にて駆動した場合の P P y / D B S チューブアクチュエーターの(a)1 サイクル,(b)酸化過程の電解伸 縮量と荷重負荷の依存性



図 3 - 1 3 N a C l 溶液中の各引張荷重下における P P y / D B S チューブ アクチュエーターの(a)酸化時 及び(b)還元時の電流応答の負荷依存性



図3-14 KCl溶液中の各引張荷重下における PPy / DBS チューブ アクチュエーターの(a)酸化時 及び(b)還元時の電流応答の負荷依存性



図 3 - 1 5 (a) N a C l 電解液中、(b) K C l 電解液中での注入された電荷 及び電気入力エネルギー(E<sub>Ein</sub>)との引張荷重の依存性



図 3 - 1 6 ( a ) N a C 1 電解液中、( b ) K C 1 電解液中での P P y / D B S チューブアクチュエーターの電解伸縮による応力 - ひずみ曲線



図 3 - 1 7 (a) N a C l 電解液中、(b) K C l 電解液中で駆動された P P y / D B S アクチュエーターの機械出力エネルギー(E<sub>M0ut</sub>)との エネルギー変換効率の負荷依存性

PPy/DBSチューブは3MPaの高い引張荷重では還元サイクル中クリ ーピングにより伸展している。それは図3-11,12の(a)で示したよう に明らかである。また一方で図3-11,12(b)の曲線に示されたように 変形(1、もしくは収縮ストローク)は高い引張荷重下においては2倍以上 も増加している。収縮ストロークの増加はクリーピングに関連していると考え られる。

しかしながらひずみ率(%)は本節前述の定義によりクリーピングによるチ ューブの総長さが増加しているため図3 - 16に示したようにほぼ一定である。 高い引張荷重と電気化学的なサイクルの元でポリマーの組織は直線的に再編成 され変形は引張の方向に沿ってむしろ等方的変形より、より一次元的に発生す る。その非等方的な変形は大きな引張荷重によるヒステリシスの影響である。 図3 - 13,14に示した様に高い引張荷重下において酸化及び還元電流の両 方共が減少し、そして長く継続される。これは前節同様アクチュエーターのイ ンピータンスの増加を示している。

この現象はアニオンが動かずカウンターイオンが反対の方向に流れるカチオン駆動型アクチュエーター特有の振る舞いから来ていると推測される。また一方で非等方性(多軸的)変形のもう一つの理由としてイオンの円筒状(チューブの厚み方向)への拡散によるチューブ円筒方向へ沿っての変形が考えられる。

しかしながら現時点では P P y / D B S の劣化や形状による電気抵抗の減少 の要因は明らかになっていない。これらの結果から P P Y / D B S アクチュエ ーターは引張荷重下では 2 M P a 以下では繰り返して使用可能と考えられる。 現在の P P y / D B S アクチュエーターは 3 M P a の引張荷重以上の厳しいト レーニングではほとんど破断してしまうことが予想される。

前節同様異なるイオンである K<sup>+</sup> おいても変形の大きさは *Q<sub>ein</sub>*に比例するので図 3 - 1 5 に示すように *Q<sub>ein</sub>*は基本的にほぼ一定かもしくはブロッキング力に接近するにしたがって減少する。<sup>[24,29]</sup>

参照電極に対して矩形波電圧を与えることによって挿入される電気エネルギ ーは、仕事もしくは重りを引き上げることに対してほぼ一定かさらに減少する。 図3-17に示したように機械出力と効率は引張荷重の増加に伴い大きくなる。 本章3.3-3の(式5)より現在のところPPy/DBSアクチュエーター はブロッキングストレスの半分以下の引張荷重で仕事をしていると考えられる。

#### 3.3-5 PPY/DBSアクチュエーターの伸縮率と 水溶液中の駆動用カチオンのストークス半径の依存性

図3-18に挿入されたカチオンが水分子によって溶媒和されたことを示す ストークス半径(Rs)<sup>[27]</sup>と、無負荷時の電解収縮のひずみ量の依存性を示 した。ストークス半径はLI<sup>+</sup>=0.24、Na<sup>+</sup>=0.18、K<sup>+</sup>=0.13 である。本節ではストークス半径Rsと挿入された電荷量Qinの総計の関係 を調べることでカチオンのドーピング量による体積の増加を推定した。ここで はフィルムの膨張を等方的な変形と仮定し、かつ体積の増加をカチオンの挿入 を主な原因と仮定することで

#### $l^{3} = \{(Q/e)(4/3) | Rs^{3}\}$

の関係式が得られる。ここで *e* は電子素量、例えば引張負荷が 0 M P a で N a C 1 電解質水溶液中で P P Y / D B S アクチュエーターを駆動した場合を 例に取ると図 3 - 1 5 (a)からQ<sub>in</sub> = 0 . 1 0 4 C、ストークス半径を R s = 0 , 1 8 n m とすると *I* として 0 . 1 8 m m が得られる。

この結果は図3-11(b)より実験的に求められた0.12mmの値とほ

ぼ一致する。KC1の電解液では*Q<sub>ein</sub>*は大きな値となるが、これは副反応と フィルムの劣化を原因とする酸化電流が長く継続した結果であると考えられる。 *Q<sub>ein</sub>*を酸化開始10秒以内の早い段階から計算した場合、変形の大きさは計 算値かなり良く一致した。

ストークス半径はイオンが水和した状態でのイオン半径であり小さなイオン ほど点に集中する電荷を和らげるために大きい。この結果から電解伸縮は水和 したイオンの出入りによって発現していることが分かる。



図3 - 1 8 無負荷状態における P P y / D B S チューブの電解伸縮による 変形量(ひずみ)と3種類の駆動用カチオンの ストークス半径の依存性

### 3.5 まとめ

本章ではNaC1電解質水溶液中でのカチオン駆動型PPy/DBSチュー ブアクチュエーターの引張荷重負荷下における電解伸縮による仕事挙動につい て考察した。その中で荷重負荷によって、収縮(酸化)、伸延(還元)過程にお いてアクチュエーターを駆動するための各々の電流波形に差異が生じる事が分 かった。これはPPy/DBSアクチュエーターが負荷を感じ取っていること を示唆している。またそれはアニオン駆動型アクチュエーターとも違う挙動で あった。

エネルギー変換効率はアクチュエーターのブロッキングフォースの約50% で最大値となり、入力された電気エネルギーの0.06%とかなり低い事が 分かった。本実験では最高の効率はおよそ 5MPaの荷重の下で得られた。

この低いエネルギー変換効率は、 P P y / D B S フィルムが畜・放電可能な 2 次電池であることから、電気化学的サイクルで消費される電荷の数 1 0 % が フィルム内への充電に充てられた事による。現在どれくらいの電気エネルギー がフィルム内に蓄えられるかは正確には分かっていない。

本章後半では、 P P y / D B S チューブを駆動するための電解質水溶液に、 異なるカチオンである K C 1 電解質溶液を用いて P P Y / D B S チューブの仕 事挙動を調べた。その結果、いくつかの荷重負荷を加えた条件下でそれぞれの 電解伸縮挙動は本質的に同じであった。また無負荷状態での電解伸縮によるフ ィルムの伸展量は、フィルム内に取り込まれる電解質水溶液中のカチオンのス トークス半径に依存することが分かった。

## 第4章

引張荷重下におけるPPY/DBSフィルム

の電解伸縮による非等方的変形と

メモリー効果

#### 4.1 緒言

前章では引張荷重下での導電性高分子の電解伸縮特性を等方的な変形モデル を基に調べた。そこでは高い引張荷重下において電気化学的サイクル中、クリ ーピングによりフィルムのポリマーの組織は直線的に再編成され変形は引張荷 重方向に沿って増加し、むしろ等方的変形からより一次元的に発生した。

この章では1 M o l L i C l 水溶液中において複数の荷重条件下で駆動され たカチオン駆動型 P P y / D B S アクチュエーターの非線形的な挙動について 言及する。その中で大きな引張荷重下において挿入される電荷量に対して、電 解伸縮によるフィルムの伸縮が非線形であることが確認された。これらについ てフィルムの非等方的な変形モデルを用いて考察する。また、高い引張荷重に よって生じたクリーピングによる変形が、その荷重の除去により復元されるこ とについてフィルム内部のダイナミクス的な観点から考察する。最後に引張荷 重の関数として電気入力エネルギーから機械出力エネルギーへの変換効率につ いても報告する。

#### 4.2 実験

本章で記載するカチオン駆動型PPy/DBSフィルムアクチュエーターは、 第2章 図2-6で示した電解重合の基本セルを用いて、表4-1の重合条件 にて試料の作製を行った。上記基本セルを用い0.25Mol/1のDBSと 0.15Mol/1のPPyを溶解させた水溶液中に、作用電極としてTiプ レートを、対向電極としてNiプレートを、及びAg/AgClを参照電極と して浸し、1500秒間1mA/cm<sup>2</sup>の一定電流下で電解重合させ作用電極 (Tiプレート)上に薄膜のフィルムを得た。<sup>[30,31]</sup>作成されたPPy/DB Sフィルムは厚み14µm、電導度は30-50s/cm、ヤング率は酸化状 態で0.14GPa、還元状態で0.07GPaであった。<sup>[31]</sup>本章の実験では 作成されたPPy/DBSフィルムを幅2mm、長さ10mm(実際に電解伸 縮するフィルム長)の短冊状のフィルムとして切り出し、図3-2に示した電 解伸縮測定装置を用いてフィルムアクチュエーターの挙動を観察した。<sup>[29-31]</sup>

電気入力エネルギーは *EEin、*機械出力エネルギーは *E*Mout は第3章に記載した式3,4を用いて算出した。本章では電解液として1MolLiCl水溶液を用いた。

ドーパント	DBS 0.25M
モノマ	Pyrrole 0.15M
溶媒	純水
作用電極	Ti板
対向電極	Ni板
電流密度	1.0mA/cm <sup>2</sup>
重合電流	6.5mA(2.6 × 2.5cm <sup>2</sup> )
重合時間	1500sec

表4-1 PPy/DBSフィルム電解重合条件

#### 4.3 結果と考察

#### 4.3-1 LiCl水溶液中の引張荷重下における PPy / DBS フィルムのサイクリックポルタムグラムと電解伸縮特性

複数の荷重条件下おいて1Mol LiCl水溶液中でのPPv/DBSフ ィルムのサイクリックボルタムグラムを図4-1(a)に示す。加えた電圧は 参照電極に対して - 850mV300s( 還元 )から + 600mV300s( 酸 化)の掃印電圧、スキャンレート3mV/sである。図4-1(b)中のカー ブは同様の電気化学サイクル間で測定されたフィルムの変形量を示している。 本実験中フィルムには0から5MPaまで1MPaごと順番に引張ストレスを 加え3サイクル駆動した。電気化学的なサイクル中、図4-1(b)に示すカ ーブの様にフィルムは 5 Mpaに至る引張荷重によりクリーピングを伴いなが ら連続的に伸び、その伸び量は20%となった。ここで伸び量 しはフィルム の初期段階から積み重ねられた増加分である。このクリーピングは、強い一軸 方向の引張荷重によるフィルムの非等方的変形(ポリマーの構造変化)とポリ マー主鎖の破断とポリマー間のすべりの結果である。フィルムは電気化学的な 酸化-還元のサイクルの中で、各々縮み、伸びを周期的に繰り返した。この現 象は第 3 章においてPPy/DBSチューブアクチュエーター内にNa ⁺イオ ンをドープした場合と同様のカチオン駆動型の電解伸縮挙動を示した。図4-1( a )の CV 曲線は各々の荷重条件中で3回目のサイクルのデーターをプロ ットした。ここでは引張荷重の増加に伴い、その曲線は酸化過程の0V付近で 傾きが小さくなり、かつ酸化電流減少は鈍化し変曲点は高い正電圧側へシフト した。また還元過程においては-400mV近辺のピークが高電圧側へシフト した。その後、5MPaの引張荷重を除去し0MPaでサイクルを繰り返した ところ、そのCV曲線は荷重を除去する前の5MPaのそれとほぼ同様の軌跡 を示した。

引張荷重下でのCV曲線のピークのシフトは、第一にフィルムのクリーピン グが、もしくは第二に引張荷重によるポリマーの主要な主鎖の構造変化(伸び) により生じた結果であると考えられる。すなわち第一にはクリーピングにより ポリマー主鎖が伸び、イオン化ポテンシャルが減少した(もしくは 電子の分 子軌道が押し上げられた)ことが要因と考えられる。

また第二に別のメカニズムによりこの結果を説明することも可能である。こ れらの曲線に起こっている現象として還元過程ではカチオンはフィルム内部に



図 4 - 1 各荷重条件下で1 M o l L i C l 水溶液中で駆動された P P y / D B S フィルムの(a) C V 曲線(スキャンレート 3 m V / s) 及び(b)電解伸縮によるフィルムの変形量

挿入され、その結果フィルムは伸延する。その過程では引張荷重が加えられ ることによりフィルムの伸延は加速されている。その結果、還元のピークが正 電圧側にシフトすると考えられる。また酸化過程ではカチオンはフィルムから 押し出される力を受け結果としてフィルムは収縮する。これは引張荷重により フィルムが伸延する方向とはまったく反対の方向である。故に酸化過程でのピ ークはカチオンがフィルム内部から外部に押し出されるのを押さえ込むため、 より高電圧側にシフトしたと考えられる。

第2の仮説の考察する上で、この実験最後の引張荷重を除去した条件下でも CV曲線が即座に実験開始初期の0MPa時と同様の軌跡を描かないことから 他の要因も大きく関与していることが考えられる。現時点においては、これら の現象は電気化学サイクル中において、メモリー効果に称せられるかのごとく、 ポリマー中の組織が流動的かつ複雑な絡み合いや動的な変化を生じていると考 えられるが、現時点においてその詳細なメカニズムは解明できていない。

# 4.3-2 LiCl水溶液中の引張荷重下における PPy / DBS フィルムの負荷 - 電荷特性

図4 - 2 に L i C 1 水溶液中で順次1 M P a ごと0 ~ 5 M P a まで引張荷 重を加えた場合の電解伸縮による P P y / D B S フィルムに挿入される電荷量 と伸縮量の大きさの関係を示す。ここでの電荷量 Q は図4 - 1 (a)のC V 曲 線からスキャンレートを3 m V / S としてより算出した。同じく伸び量 L は 図4 - 1 (b)の各々の引張加重条件下において3サイクル目のデータを用い た。 L についてはクリーピングによる伸び量も含まれている。図4 - 2 (a) に示す様にフィルムの酸化過程において0 ~ 1 M P a の低い引張荷重下では伸 張量とフィルム内に挿入される電荷量は比例関係を示した。



図 4 - 2 L i C l 水溶液中の(a)酸化時の収縮量と電荷、(b)還元時の 伸延量と電荷依存性

しかしながら 2 M P a を超える大きな引張荷重条件下ではカチオンがフィルム から出て行っているにもかかわらず、フィルム内に挿入される電荷が増えるに つれ、酸化過程での収縮は明確に飽和状態となった。

また還元過程においては、図4 - 2 (b)に示す様にフィルムの伸びは低い 引張荷重条件化では挿入される電荷量に対して概ね比例関係にあるが、大きな 引張荷重下では電荷量が低い状態では大きい伸びを示さず、電荷量が大きくな ったときに急速に変化することがわかった。この *L*と挿入される電荷量*Q*の 非線形的な関係は電解収縮の詳細なメカニズムを考える上で重要な点である。

引張荷重下においてその大小による P P y / D B S フィルム内の電解収縮現 象のモデルを図4-3に示す。



図 4 - 3 高い引張荷重下と低い引張荷重下での P P Y / D B S フィルムの 電解伸縮の概念図

酸化(収縮)過程においては、0~1MPaの低引張荷重条件下では図4-2(a)に示した曲線のように *L*と電荷量*Q*との直線関係は、フィルムの等 方的な収縮として説明できる。同じく図4-2(a)においては3~5MPa の高い引張荷重下においてもフィルム内に挿入される電荷量が少ない場合は、 等方的な収縮過程を示すものの、挿入される電荷量が大きくなるにつれ、引張 方向への収縮は飽和状態を示すこととなる。この飽和状態は図4-3に示した ようフィルムが非等方性の収縮をおこなうモデルとして説明できる。すなわち この状態ではフィルムの長手方向の収縮力は引張荷重と釣り合いながら寸法形 状を維持し、更なる電荷の挿入によりカチオンが搾り出されフィルムが厚み方 向に収縮を始めたと考えられる。

還元過程での電解収縮は図4 - 2 (b)から酸化過程とはまったく逆のメカ ニズムにより行われていると説明できる。低い引張荷重下においては等方的に 伸長し、高い引張荷重下においては低い電荷量のうちは厚み方向に膨潤し、電 荷量が増えるにつれ荷重方向に伸量は増加した。 4.3-3 LiCl水溶液中の引張荷重下における PPy / DBS フィルムの電解伸縮のサイクル依存性

図4-5に0~3MPaの引張荷重下で、矩形波電圧を与えた場合のPPy /DBSフィルムの各サイクルでの伸展量 *L*と電気化学サイクルの依存性を 示す。図4-5より3MPaを超える大きな引張荷重下でははっきりとしたク リーピングが観測されている。その後3MPaの荷重を除去したときのフィル ムの挙動はNaClを電解液に使った実験結果<sup>[32]</sup>と同様の挙動を示し図4-5の破線に示すようクリープが復元することが確認された。一般にクリーピン グ現象は、引張荷重がフィルムの弾性域より大きい場合にポリマー主鎖の破断 やスリップにより発生する永久変形である。 PPv/DBSフィルムの中で電 気化学的反応により、ポリマー主鎖は動的に揺れ動き外力に沿って再配列され 伸延したと考えられる。その後電気化学的還元が終了することで非等方的な変 形(引張方向に沿ってポリマーが大きく伸びた状態)が固定、もしくは凍結さ れた。その現象は、フィルム内のアニオンと、電気化学的酸化時に複数のポリ マー主鎖上にできたポリカチオンの間にイオン架橋(Ionic closs link)により ブリッジポイントが形成され、それがピン止めとなって主鎖のすべり等による 変形が凍結されたと考えられる。これは変形状態を記憶していると言える。そ の後、荷重を除去し電気化学サイクルを繰り返すことで凍結された伸びの状態 は解除、凍結を繰り返し次第に元の状態に戻り、それによりクリーピングの回 復が起こる。その要因としてはポリマー主鎖の弾性、即ち熱運動が考えられる。



図 4 - 4 フィルム内に取り込まれたアニオンとポリマー主鎖上の ポリカチオン間のブリッジポイント



図 4 - 5 引張荷重下での矩形波電圧の繰り返し印加サイクルにおける 電解伸縮によるフィルム変形量の経緯 (-850mV/450s、600mV/450s)

図4 - 6 に引張荷重下でLi/C1水溶液中のPPy/DBSフィルムの電 流応答をしめす。ここで酸化電流の時間応答は還元時の応答に比べてより長く、 波形、電流量につても違いを生じた。それは還元状態のフィルムの電導度が酸 化状態にあるフィルムの電導度に比べ低い値であることから説明することがで きる。つまり電導度が低い分還元状態のフィルムが酸化されるには長い時間を 要することが分かる。引張荷重が高い条件化においては酸化電流の時間応答は 荷重が増えるにつれ遅れを生じ、かつ図4 - 6 (a)の破線で示すように引張 荷重を開放しても元に戻ることはなかった。この現象は部分的ながら初期の状 態からフィルムの電導度が減少しているためと考えられる。



図4 - 6 L i C l 水溶液中の引張荷重下における P P y / D B S フィルムの 電解伸縮による(a)酸化電流、及び(b)還元電流の時間応答(個々で図中 の破線は図4 - 4 中に 3 M P a の荷重を除去した後の第 2 ステージの電流を示 す。)

一方還元電流は酸化電流に比べ大きく、かつ素早く起こる。これは先とは逆 で酸化状態のフィルムの高い導電率によるものである。それ故還元はフィルム 全体に即座に起こりうる。一方で酸化電流にみられた引張荷重による応答時間 など電流波形の目立った変化は還元電流では見られず、図4 - 6 (b)に示す 様幾つかの荷重条件化でほぼ同様の電流波形となった。 4.3-4 LiCl水溶液中の引張荷重下における PPy / DBS フィルムのエネルギー変換効率

図4 - 7 に引張荷重の関数として P P y / D B S フィルムの電解収縮のエネ ルギー変換効率と変形量( *L*)の関係を示す。 *L*とストレスの曲線は第3 章で示したように、アクチュエーターの機械的アウトプットを示している。



図4 - 7 L i C l 水溶液中での P P y / D B S フィルムの 電解伸縮のエネルギー変換効率と応力 - ひずみ曲線

本件研究で得られたLiClを電解質水溶液中で駆動したPPy / DBSフィ ルムではエネルギー変換効率は最大で約0.04%でであった、この値はNa C1を用いた場合に匹敵するものであった。

荷重減少に伴う収縮量 Lの線形的な現象は、フィルム内部でのエネルギー の消費を示している。これは収縮しようとする力とフィルムの弾性反発力との 間での力の釣り合いの結果と言える。すなわち電解伸縮におけるエネルギーの 50%はフィルムの中で消費されていることになる。

この結果は、耐えられなくなるまではほぼ一定の状態で変位を維持できる自 然な筋肉を比較することは大変興味深い。

#### 4.4 まとめ

本章ではLiCl水溶液中にて各引張荷重条件下でPPy/DBSフィルム のサイクリックボルタムグラム、及び矩形波電圧を与えた場合の電気化学的な 挙動について考察した。その中で、特に高い引張荷重条件下において、PPy /DBSフィルムに脱挿入される電荷の数に対して、電解伸縮による変形は酸 化過程、及び還元過程の両方において非線形的な関係を示すことが分かった。

そのことから P P y / D B S フィルムは単軸(引張)荷重の増加に伴い荷重 の小さい時は等方的な変形を示し、荷重が増加するにつれてクリーピングによ リ非等方的な変形挙動に変化することが分かった。高い引張荷重下でのフィル ムのクリーピングは4.3結果と考察で示したよう P P y ポリマー主鎖の構造 変化とクリーピングによるポリマー主鎖の破断、およびポリマー主鎖間のすべ リで生じ、還元終了後、フィルム内のアニオンと、電気化学的酸化時に複数の ポリマー主鎖上にできたポリカチオンの間にブリッジポイントが形成され、そ れがピン止めとなって主鎖のすべり等による変形が凍結された(メモリー効果) と考えられる。

また、高い単軸(引張)荷重により生じたクリーピングによる変形は、その 荷重を除去することで復元されることが確認された。それは荷重除去後、凍結 されていたフィルム内部状態が電気化学サイクルにより元に戻され、フィルム のメモリー効果によりポリマー主鎖の弾性、すなわち熱運動においてクリーピ ングの回復が起こったと考えられる。本章で用いたLiC1水溶液中のPPy /DBSフィルムの最大エネルギー変換効率は0.04%であり大変小さいも のであった。

## 第5章

# カチオン駆動アクチュエーターの繰り返し 荷重下の負荷特性

### 5.1 緒言

前章では導電性高分子 P P y / D B S より製作されたソフトアクチュエータ ーが電解伸縮において高い引張荷重を受けることでクリーピングにより単軸 (引張)方向に大きく非等方的に変形し、その変形が電気化学的に凍結(記憶) されることを確認した。その後の荷重を除去し電気化学的サイクルを繰り返す ことでフィルムの凍結が解除されメモリー効果によりクリーピングが復元する ことが分かった。

本章では引張荷重下でのフィルムの劣化のメカニズムを検証するため、前章 で確認された高い荷重で生じたフィルムのクリーピングが、荷重の除去により 復元される現象に着目し、その後の荷重サイクルの繰り返しによりフィルムの 挙動がどう変化するかを調べた。

生体の筋肉はこれらの仕事の繰り返し(トレーニング)によって強化される。 また一方で筋肉は長時間の労働によって疲れを感じ、そして老化していく。本 章では引張荷重下におけるカチオン駆動型 P P Y アクチュエーターの挙動をト レーニング効果、及び疲労の観点から考察を行う。

#### 5.2 実験

本章で研究したカチオン駆動型 P P y / D B S フィルムアクチュエーターは、 第2章 図2-6で示した電解重合の基本セルを用いて、第4章 表4-1の 重合条件と同一条件にて試料の作製を行った。作製された P P y / D B S フィ ルムは厚み10µm、電導度は30-50s/cm、ヤング率は酸化状態で0. 14G P a、還元状態で0.07G P a であった。本章の実験では作成された P P y / D B S フィルムを幅2mm、長さ10mm(実際に電解伸縮するフィ ルム長)の短冊状のフィルムとして切り出し、第3章 図3-2に示した電解 伸縮測定装置を用いてフィルムアクチュエーターの挙動を観察した。

電気入力エネルギーは *E<sub>Ein</sub>機械出力エネルギーは E<sub>Mout</sub>* は前章と同様に定義した。本章では電解液として1MolNaCl水溶液を用いた。

#### 5.3 結果と考察

#### 5.3-1 NaCl水溶液中で繰り返し負荷を受ける場合の PPy/DBSフィルムの電解伸縮特性

複数の荷重条件下おいて1 M o 1 N a C 1 水溶液中での P P y / D B S フ ィルムのサイクリックボルタムグラムを図5 - 1 に示す。加えた電圧は参照電 極に対して - 8 5 0 m V 3 0 0 s (還元)から + 6 0 0 m V 3 0 0 s (酸化) の掃印電圧である。図5 - 2 中のカーブは同様の電気化学サイクル間で測定さ れたフィルムの変形量を示している。フィルムには 0 から5 M P a まで 1 M P a ごとに順番に引張負荷を加え、各荷重条件下にて 3 サイクル行った。フィル ムは電解質水溶液にL i C 1 を用いた場合と同様カチオン駆動フィルム型の電 解伸縮挙動を示し<sup>[27,32]</sup>、負電圧の印加(還元)で伸びそして正電圧の印加(酸 化)において収縮した。CV 曲線波形も同じく酸化サイクル中 0 V付近におい て引張荷重が増加するにつれ勾配は減少し、かつ電流減少の変曲点は高い正電 圧側へシフトし、還元サイクルでもまた - 4 0 0 m V 周りのピークが高い電圧 側へシフトしている。5 M P a の引張負荷を除いた後の 0 M P a の C V は図5 - 1 の破線(0 after Training)で示したように 5 M P a のそれとほとんど同 様の C V 曲線をトレースした。



図 5 - 1 0 ~ 5 M P a の各引張荷重下における N a C l 水溶液中での P P y / D B S フィルムの C V 曲線(スキャンレート 3 m V / s)

図5-2の曲線は同様の電気化学的サイクルの中で測定されたフィルムの変 形量を示している。変形はフィルムの初期長10mmからのサイクル上でのフ ィルムの増加分である。フィルムは明らかに各々の電気化学的な還元とクリー プによって伸展していることが観測され、そして高い引張荷重で増加している。 この現象は引張応力によりポリマー鎖が引張方向に沿って直線状に配向された ことに起因する。5MPaの引張負荷を除いた後は、クリーピングにより引き 起こされた非等方的なひずみの緩和の結果によりフィルムは電気化学サイクル 中で収縮(復元)した。



図 5 - 2 図 5 - 1 に示した C V 測定中のフィルムの変形量の推移



図5-3 無負荷時のフィルム初期状態と荷重履歴後のフィルムの変形挙動 (変形量は図5-2より求めサイクルのスタートを変形量0mm 電荷量0mCとして重ね合わせた)

このように高い引張負荷の除去後無負荷状態において CV 波形はサイクル初 期の0MPaの波形が復元されないにもかかわらず、フィルムの変位は荷重除 去後クリープの復元が確認された。また挿入された電荷量と変形の関係も本質 的にはLiCl水溶液の場合と同様高い引張荷重下では非等方的な変形を生じ、 メモリー効果も確認された。

図5-3の曲線はサイクルの初期段階において引張荷重がない状態と5MP aまでの引張荷重をかけた後に荷重を除去し、再度無負荷状態に戻した場合と のフィルム変形の履歴と電気化学的サイクルで注入された電荷の関係を示して いる。この曲線では荷重をかける前の無負荷状態の挙動と、その後大きな引張 荷重を経験した後にその引張荷重を除去した無負荷時において、フィルムへの 注入された電荷とフィルム変形のストロークを重ね合わせて図示した。本実験 での電気化学的サイクルを始めた初期の0MPa(無負荷状態)の3サイクル においては各々収縮と伸展の変形ストロークはほとんど一定である。しかしな がら高い引張荷重の経験後、0MPaまで荷重を除去した状態での変形のスト ロークは図5-3の破線に示されるように変形挙動はクリーピングの復元や電 気化学的なサイクルにより大きく変化した。 の破線に示したように荷重除去 後の初期の変形においてフィルムは還元課程においてもクリーピングの大きな 復元によって伸びの替わりに収縮した。 によって示した酸化過程での収縮は 初期の無負荷状態でのフィルム変形の収縮のより大きいものであった。この現 象は導電性高分子ソフトアクチュエーターのトレーニング効果と称される。 [30,33]

図5-4に1MPa 4MPa 7Paの順で引張荷重を変化させた荷重履 歴を1ステージとして、そのステージを3回繰り返した荷重履歴において、矩 形波電圧を与えた場合のフィルムの伸び Lのサイクル依存性を示す。電圧は 参照電極に対して-850mV300s(還元)から+600mV300s(酸 化)の矩形波電圧を加えた。すべての荷重条件において上記電圧条件にて電解 伸縮サイクルを4回繰り返した。図5-4の各々の曲線は各荷重下での2サイ クル目のデーターを用い、曲線の最初をt=0、伸張率0%として還元のスタ ートとした。

63



図5-4 各引張荷重下でのフィルムの電解伸縮による変形量 *L*と 繰り返し負荷によるサイクル依存性

ここで実線は荷重履歴(1 4 7 M P a)の第1ステージ 破線は第2ステージ、一点鎖線は第3ステージを示す

図5-4より7MPaの大きな引張荷重下ではクリープが観測されている。 その後、7MPaの荷重を取り除き4MPaに軽減したときのフィルムの挙動 は図5-4の破線に示すようクリープの復元により、サイクル中の4MPa (2)と比して4MPa(4)、(6)では収縮量の増加が得られている。図5 -5に4MPaの荷重下での伸縮量を示す。還元状態(b)では伸延量は荷重 履歴により大きな差異は見られないものの、酸化状態(a)の収縮量は荷重履 歴が増すにつれ伸縮量の変化が見られ4MPaの第3サイクル目では初期状態 に比べ収縮率が0.3%と僅かに増加した。

これは先の実験でクリープが生じない無負荷状態において、大きな荷重履歴 後に荷重を除去した時、それまでのクリーピングの復元が生じることと同様、 初期段階において3MPaを超える大きなクリーピングを生ずる高い引張荷重 においても、それ以上大きな荷重除去後はフィルムの収縮が復元、もしくはわ ずかながらでも収縮量が増加することが確認された。この様に無負荷、低荷重 下以外でも荷重の変化(軽減)によりアクチュエーターのトレーニング効果が 得られることが分かった。このトレーニング効果は荷重履歴の中で7MPaの 引張負荷で生じた大きなクリーピングが復元されていると考えられる。



図5-6 (a) 7 M P a (b) 4 M P a の荷重下における電気化学的刺激
 の有無によるフィルムの変形量

図5-6でPPy/DBSフィルムの引張荷重下でのクリーピングとその復元(トレーニング効果)について電気化学的な酸化還元を受ける場合と、電気化学的な刺激を与えない静的状態について引張荷重を与えた、および軽減した条件化でのそれぞれの変形量を比較した。

図5-6(a)では4MPaの負荷時から7MPaに荷重を増加させ、その 時点をt=0として測定した。同じく(b)においては7MPaから4MPa に引張荷重を減少させその時点をt=0として測定した。その結果、電気化学 的刺激のない静的な条件下において引張荷重の増加によるクリーピングの増加 (a)、引張荷重軽減によるクリーピングの復元(b)の両方において、電気化 学的酸化還元の刺激を受けた場合の方が、クリーピングの増加、およびその復 元も大きく増加することが分かった。

クリーピングは、引張荷重がフィルムの弾性域より大きい場合にポリマー主 鎖の破断やポリマー主鎖スリップにより発生する変形であり、またクリーピン グの復元が起こる要因としてはポリマー主鎖の弾性、すなわち熱運動が考えら れる。図5-6(a)(b)のクリーピングの増加、およびその復元増加はそれ らが電機化学的刺激により加速されたと考えられる。すなわち電気化学サイク ル中の酸化還元によるカチオンの出入りによる流動的な運動と、主鎖の構造変 化によりフィルム内のポリマーの主鎖が動的に揺れ動き再配列や構造変化によ るものと考えられる。

電気化学的なサイクルと引張荷重による機械的変形の詳細な関係は分かって いない。しかしながらこの結果からも電気化学的刺激による大きなクリープ及 び復元のメカニズムは、フィルムが高い交わりでの結合であるか、もしくは非 結晶のような組織を有し、その組織が電気化学的刺激により主鎖の動的、流動 的な運動が加速された一要因かと推定される。

66

5.3-2 NaCl水溶液中で繰り返し負荷を受ける場合の PPy/DBSフィルムの負荷 - 電流特性



図 5 - 7 (a) 還元電流(b) 酸化電流 との荷重履歴の繰り返しサイクル依存性

図5-7(a)(b)は各荷重履歴の第1,2,3ステージの引張荷重4MPa 下の第2サイクル目の各々酸化、還元電流応答を示す。第3章ではPPy/D BSフィルムが引張荷重が増加するにつれ酸化・還元電流が変化することを報 告した。ここでは図5-7(a)(b)に示したようにフィルムに加えられた引 張荷重の履歴によって同一の負荷条件(4MPa)においても還元と酸化各々 の間で電流の応答が著しく異なってくる事が分かった。還元開始後のピークは 各荷重履歴ごとでほぼ同時に発生するがピークの高さは履歴により減少してい る。また一方で酸化はおよそ60秒から120秒遅れてピークを示しながらゆ っくりと起きる。この現象はフィルムの電導度が大きな引張荷重下において低 下し、その繰り返しによりフィルムは疲労したと言える。それにより図5-6 (a)に示すようフィルムのサイクル中の最大伸縮量にいたるまでの時間も長 くなり電気刺激に対する応答性も低下した。この現象は人間がものを運ぶ仕事 を繰り返すとき筋肉の緊張を開放するときは同じでも、筋肉を収縮させる(エ ネルギーを必要とする)動作では疲労により動きのスピードが落ちることと類 似している。

表 5 - 1	荷重条件下にて1Mo1NaC1水溶液中での駆動されたPPy
	/DBSフィルムの電気化学サイクルによる電導度の変化

Tonsile stross (number of syste)	conductivity (S/cm)		
Tensne stress (number of cycle)	Before cycle	After cycle	
0MPa(26)	28	28	
0MPa(8) 1,2,3,4,5,6MPa(3 × 7)	28	2	
0MPa(12) 0,1,3,1,0MPa(3 × 5)	34	1	
0MPa(12) 0,1,3,1,0MPa(3 × 5)	34	4	

引張荷重下における電気化学的サイクルによる P P y / D B S フィルムの電 気伝導度の変化を表5-1に示す。電導度は4端子法によって測定した。引張 荷重がない状態では初回28S/CMジーメンスであった電導度は26サイク ルになっても変化する事はなかった。テストの間でもフィルムは形状を保ち機 械的に切断することはなかった。<sup>[30]</sup>しかしながら荷重を順次1 5MPaまで 引張荷重を増加させた電気化学的サイクルによるフィルムのトレーニングを行 った場合には、初回には285/CMあった電導度は1,2,3,5MPaま での各々の3サイクルの引張荷重下で18サイクル後に2S/Cmジーメンス に減少していることが得られた。また今回の実験では1 4 7MPaの荷重 履歴を1ステージとし3ステージの繰り返しを行った実験(合計32回の電気 化学的酸化還元を受けた)では最終の1MPaの低負荷状態でありながらサイ クルの途中フィルムは電導度の損失を主たる原因のため電気刺激に応答しなく なり死んでしまった。(切れてしまった。)最初は38ジーメンスであった電導 度は引張荷重の繰り返しサイクル負荷のもとで0.1S/Cmジーメンスに減 少した。これらの結果から引張荷の増加、および高引張荷重下での電気化学酸 化によりフィルムの電導度が著しく低下することが分かった。

引張荷重下での電導度の劣化の明確なメカニズムは現時点では分かっていな い。しかしながら高い引張荷重によりフィルム内のポリマー主鎖は部分的に、 かつ繰り返し荷重履歴によりその部分がより広範囲にわたって引張方向に沿っ て配向し主鎖構造も直線化されることで電導度は向上する。それによる大きな 酸化電流が主鎖内の 電子システムを攻撃し、結果として導電度の減少を招く ことでフィルムの劣化が加速されると考えられる。また、図5 - 1 に示した還 元のピークのシフトはこのフィルムの電導度の劣化に関連していると考えられ る。引張荷重下におけるポリマー主鎖の単軸の伸びは化学ポテンシャルを減少 し図 5 - 1 に示された酸化還元電位において容易に酸化や過充電の結果となる と考えられる。

電流の時間積分により酸化と還元サイクルのための電荷量を求めることがで きる。伸び、収縮の電荷依存性をそれぞれ図5-8(a)(b)に示す。



図 5 - 8 4 M P a 第 1 ~ 3 ステージでの(a) 酸化時の収縮量と電荷、及び (b) 還元時の伸延量と電荷の荷重履歴の繰り返しサイクル依存性

図5-8(a)(b)に挿入された還元、酸化による電荷量と伸び及び収縮の それぞれの関係を示す。図5-8の還元状態では4MPa (2)の初期の状 態(第1ステージ)ではクリーピングにより(少ない電荷量に対し伸びるのに 対し)4回目の荷重履歴(第2ステージ)をもつ4MPa-(6)のカーブでは より少ない電荷量で伸びていることが分かる。

また一方では酸化による収縮は一回目の荷重履歴ではクリーピングにより収 縮が妨げられているが、3回目ではより少ない電荷量で収縮することが見られ る。これは繰り返しの高い引張荷重によるポリマー主鎖の配向により等方的な 変形に寄与する主鎖が減少し、引張方向に沿った単一方向への収縮に電荷が使 われたと考えられる。

#### 5.3-3 NaCl水溶液中で繰り返し負荷を受ける場合の PPy/DBSフィルムのエネルギー変換効率

表5-2 N a C 1 水溶液中で駆動した P P y / D B S フィルムの 荷重サイクルの履歴による仕事特性のまとめ

$\begin{array}{c c c c c c c c c c c c c c c c c c c $	<u> </u> 刻   枢
$\begin{array}{c ccccccccccccccccccccccccccccccccccc$	
$\begin{array}{c ccccccccccccccccccccccccccccccccccc$	
$\begin{array}{ c c c c c c c c c c c c c c c c c c c$	00131/
$\begin{array}{c c c c c c c c c c c c c c c c c c c $	0.013%
$\begin{array}{c ccccccccccccccccccccccccccccccccccc$	
$ \begin{array}{c ccccccccccccccccccccccccccccccccccc$	
$\begin{array}{c c c c c c c c c c c c c c c c c c c $	0012%
$\begin{array}{c c c c c c c c c c c c c c c c c c c $	0.012/0
$4MP_{\partial}- \begin{array}{c ccccccccccccccccccccccccccccccccccc$	
4MPa- 2 93 0019 0.018 35.0 35.5 21.3 21.7 829 8.02 0.039% 0.030%	
4 <sup>111</sup> <sup>3</sup> <u>3 74 0015 0010 35.9 300 21.9 21.7 6.64 002 0.030%</u>	0037%
	0.037/0
<u>4 93 0019 35.9 21.9 829 0.038%</u>	
<u>1 106 0.021 36.1 22.1 9.47 0.043%</u>	
$4MP_{3}$ 2 99 0020 0020 363 360 222 20 888 873 0.040%	0040%
<u>3 93 0019</u> 35.6 21.7 <u>20 829</u> 0.00 0.038%	0.0 10/0
4 93 0019 360 22.0 829 0.038%	
	$\frown$
$4MP_{3}$ 2 112 0022 0.021 292 29.1 17.8 10.06 9.32 0.066	0.052%
4 86 0017 286 17.4 7.70 0.044%	
$7MP_{3}$ - $2$ 59 0012 0012 0012 324 330 9869 0045%	0.043%
4 66 0013 335 204 992 0.049%	
$7MP_{a}$ - 220 - 33 - 0011 - 0012 - 360 - 221 - 220 - 393 - 9.18 - 0030%	0.042%
3 - 99 - 0020 - 302 - 22.1 - 14.90 - 0012 - 0001% - 00001% - 0001% - 0001% - 0001% - 0001% - 0001% -	
$\begin{array}{ c c c c c c c c c c c c c c c c c c c$	
$[7MP_{0} 2 39 - 0012 - 0.014 - 333 - 332 - 203 - 203 - 393 - 1067 - 0.044\%$	0.053%

N a C 1 水溶液中で操作された P P y / D B S フィルムの引張荷重履歴(引 張負荷の各ステージ、サイクル回数)の関数として電解伸縮量とエネルギー変 換効率を表5 - 2 に記した。荷重履歴(4 M P a 7 P a)のステージが進む につれ、入力電気エネルギーに対する機械出力エネルギーの変換効率は0.0 37%から0.052%まで向上し効率についてもトレーニング効果により向 上することが分かった。

しかしながら得られた機械的出力は最大負荷時はわずかµJであり、それ故 電気入力エネルギーはほとんどが無駄に消費され大変小さい変換効率となった。

### 5.4 まとめ

本章ではアクチュエーターに加えられる荷重負荷が増減変動する場合、及び 荷重履歴の繰り返しサイクルによる影響について、1 M o 1 N a C 1 水溶液中 における P P y / D B S フィルムのサイクリックボルタムグラム、及び矩形波 電圧を与えた場合の電気化学的な挙動について考察した。その中で高い引張荷 重とその開放、軽減によって引き起こされる P P y / D B S フィルムのトレー ニング効果によって電解伸縮の収縮量、及びエネルギー変換効率が向上される ことが分かった。この現象は4章で考察した様に単軸の荷重によるクリーピン グ、およびポリマー主鎖構造のメモリー効果によって発現する非等方的な変形 とその復元によるものだと考えられる。変換効率は0.052%であった。

また、高い引張荷重下においては P P y / D B S の劣化が著しく加速される ことが確認された。さらに電気化学的サイクルが進むにつれ、伸縮率やエネル ギー変換効率はトレーニング効果により一時的に向上するものの、フィルムの 電導度の回復は確認されずサイクルが進むにつれフィルムの劣化が進むことが 分かった。これら導電性高分子による人工筋肉の挙動と自然の筋肉との比較は、 トレーニング効果と劣化(寿命)という点で類似する挙動を示すことは大変興 味深く、今後の研究の課題である。
# 第6章 総括

本研究ではカチオン駆動型 P P y / D B S アクチュエーターの引張荷重下に おける負荷特性に関する研究を行った。

引張荷重下では荷重が大きくなるにつれフィルムは電解伸縮、及びクリーピングにより大きく変形した。そのフィルムの変形挙動は荷重の小さい場合は等 方的な変形示し、高い引張荷重下では非等方的な変形を示すことがわかった。

その後の引張荷重の除去、もしくは軽減した場合アクチュエーターのメモリ ー効果によりクリーピングの復元が確認された。またその復元時の収縮量は僅 かながら初期状態よりも増加することが明らかとなりアクチュエーターのトレ ーニング効果が確認された。これらの現象はPPy/DBSアクチュエーター の電解伸縮過程におけるポリマー組織の動的、かつ流動的な変化と、その複雑 な絡み合いによって生じていると考えられる。

また、引張荷重負荷下における電解伸縮によるアクチュエーターの仕事挙動 は荷重負荷の大きさ、及び荷重履歴によって、収縮(酸化)、伸延(還元)過程 においてアクチュエーターを駆動するための各々の電流波形に差異が生じるこ とが分かった。それはアクチュエーターが荷重を感じ取っていると言える。

また、フィルムの寿命について引張荷重下におけるポリマー構造の変化によ り電気化学サイクルにおける過酸化、還元による電流によりポリマー主鎖内の

電子システムを攻撃し電導度の低下、結果としてアクチュエーターの劣化を 加速されることが確認された。人工筋肉の荷重に対する特性、トレーニング効 果、疲労と寿命などの挙動が、生体筋肉のそれと共通点が非常に多いことは大 変興味深い。

ソフトアクチュエーターは将来、人間親和型ロボットの駆動装置として大い に需要が期待される。現在、伸縮力、発生力、応答速度においては生体筋肉を 凌ぐ結果も報告されているが、実用上、高い効率で安定駆動が可能な機械駆動 要素としては、未だ不十分である。これらの材料の電解伸縮の詳細なメカニズ ムはまだ不明な点が多く、本来の特性を十分に活用していないと思われる。本 研究では高い引張負荷のもとで電解伸縮挙動のメカニズムの解析からメモリー 効果によるクリーピングの復元現象と、それに伴い収縮率が向上されるトレー ニング効果が確認された。また荷重負荷によるフィルムの劣化加速のメカニズ ムを示せたことで、伸縮挙動の安定化、寿命の向上に何らかの示唆を与えるも のと期待される。今後更なる電解伸縮現象を理解することは極めて重要である。 一方、導電性高分子ソフトアクチュエーターの実用化に向けて、材料としての研究開発だけでなく、エネルギー効率向上のため電流再利用などの駆動回路設計や、寿命向上のための最適、かつ効率的な駆動制御方法、アクチュエーターユニットとして対極や電解液などをパッケージングしたデバイス化などの周辺技術の開発も同時に取り組まなければならない課題である。 導電性高分子 ソフトアクチュエーターの実用化に向けた期待は大きい。今後各分野での研究開発が必要である。

## 謝辞

本研究を行うにあたり、多大なるご指導を頂きました、九州工業大学大学院 生命体工学研究科 金藤敬一教授に心より感謝いたします。

また、本研究を学位論文としてまとめるにあたり、ご指導、ご助言を頂きま した兵庫県立大学大学院 工学研究科電気系工学専攻 小野田光宣教授、並びに 九州工業大学大学院生命体工学研究科 早瀬修二教授、安田隆准教授、同大学 先端エコフィッティング技術研究開発センター 高嶋授准教授に、心より謝意 を表します。

また、研究室の大和健太郎君、国房正克君、藤末久志君はじめ、皆様に感謝 いたします。

また、数多くのご助言、ご助力を賜りましたニッタ株式会社 安東常務執行 役員、並びにメカトログループの皆様に感謝いたします。

## 参考論文

[1] T. Mirfakhrai, J. D. W. Madden, and R. H. Baughman: Materials Today, 10 (2007) 30.

[2] S. Hara, T. Zama, W. Takashima, and K. Kaneto: Polym. J. 36 (2004) 151.

[3] T. Zama, N. Tanaka, W. Takashima, and K. Kaneto: Polymer Journal, 38 (2006) 669.

[4] Ha S M, Yuan W Y, Pei Q, Pelrine R and Stanford S (2006) *Adv. Mater*.18 887

[5] Watanabe M. and Hirai T. (1999) Appl. Phys. Lett. 74 2717

[6] Osada T., Okiizaki H. and Hori H. (1992) Nature 355 242

[7] Fukushima T. Asaka K, Kosaka A and Aida T (2005) *Angew Chem Int*. 39 5918

[8]最新 導電性材料技術大全集 (下巻) pp436技術情報協会

[9] K. Kaneto, Y. Sonoda, and W. Takashima: Jpn. J. Appl. Phys. 39 (2000) 5918.

[10] Baughman R H (1996) Synth. Met. 78 339

[11] De Rossi D, Della Santa A and Mazzoldi A (1997) Synth. Met.90 93

[12] Hutchison A S, Lewis T W, Moulton S E, Spinks G M and Wallace G G(2000) Synth. Met. 113 121

[13] Hara S, Zama T, Sewa S, Takashima W and Kaneto K (2003) Chem. Lett.32 576

[14] Takashima W, Pandey S S and Kaneto K (2003) Thin Solid Films 438 339

[15] Takashima W, Pandey S S and Kaneto K (2004) Chem. Lett. 33 996

[16] Hara S, Zama T, Ametani A, Takashima W and Kaneto K (2004)J. Mater. Chem. 14 2724

[17] Hara S, Zama T, Takashima W and Kaneto K (2004) Synth. Met.146 199

[18] Hara S, Zama T, Takashima W and Kaneto K (2004) Polym. J.36 933

[19] Hara S, Zama T, Takashima W and Kaneto K (2005) Smart Mater. Struct. 14 1502

[20] K. Yamato, and K. Kaneto Analytica Chimica Acta, 568 (2006) 133.

[21] 金藤敬一:導電性高分子ベースの人工筋肉、長田義仁編集代表、ソフト アクチュエーター開発の最前線 第2章 pp45-75 エヌ・ティー・ エス(2004)

[22] 金藤敬一:人工筋肉の実現を目指したソフトアクチュエーター開発の最前線応用物理、第76巻 第12号、1356-1361(2007)

[23] Bar-Cohen Y. (2001) Electroactive Polymer (EAP) Actuators as Artificial Muscles (Bellingham, WA: SPIE)

[24] G.M. Spinks, V.-Tan Truong: Sensors and Actuators A, 119 (2005) p.455.

[25] Madden J. D., Madden P. G., Anquetil P. A. and Hunter I. W.(2001) Proc. MRS Fall Mtg 2001 vol 698

[26] T.F. Otero and M. T. Cortes Sensors and Actuators B, 96 (2003) 152.

[27] K. Kaneto, H. Fujisue, M. Kunifusa, and W. Takashima: J. Smart Mat. and Struct. 16 (2007) S250.

[28] E. Smela, W. Lu, and B.R. Mattes: Synthetic Metals, 151 (2005) 25.

[29] H. Fujisue, T. Sendai, K. Yamato, W. Takashima, and K. Kaneto: Bioinspiration and Biomimetics, 2 (2007) S1-S5

[30] K. Kaneto, H. Suematsu and K. Yamato *Bioinsp.biomim*, 3 (2008) 035005.

[31] K. Kaneto, H. Suematsu, and K. Yamato: Advances in Science and Technology, 61 (2008) 122.

[32] H. Fujisue, T. Sendai, K. Yamato, W. Takashima, and K. Kaneto: Bioinspiration and Biomimetics, submitted (2007)

[33] Kaneto K., Suematsu H. and Yamato K. 2008 Proc. 3rd Conf. Int. of Materiaux et Technologies (CIMTEC) (8-13 June 2008, Acireale, Sicily, Italy)

## 研究業績

学術雑誌等に発表した論文

(査読有)

H. Fujisue, T. Sendai, K. Yamato, W. Takashima, and K. Kaneto "Work Behaviors of Artificial Muscle based on Cation Driven Polypyrrole" Bioinspiration and Biomimetics. Vol.2 pp.S1-S5 (2007)

T. S endai, H. S uenami, and K. K aneto "Anisotropic Strain and Memory Effect in Electrochemomechanical Strain of Polypyrrole Films under High Tensile Stresses" Japanese Journal of Applied Physics Vol.48 #051506 pp.1-4 (2009)

準備中学術雑誌等 K. Kaneto, H. Hashimoto and T. Sendai "Training of Conducting Polymer Artificial Muscle by High Tensile Stress"

T. Sendai and K. Kaneto "Training and Fatigue in Polypyrrole Artificial Muscles by High Tensile Stress"

国際会議プロシーディング

K. Kaneto, H. Suematsu, T. Sendai and W. Takashima Load Stress Dependence of Soft Actuators using Cation Driven Polypyrrole Material Research Society Symposium Proceedings Vol..1003E #20 (pp.1-12) (2007) K. Kaneto and T. Sendai, "Anisotropic Strain and Memory Effect in Conducting Polymer Soft Actuators under High Tensile Stresses" ICROS-SICE International Joint Conference 2009 August 18-21, 4B08-2 Fukuoka International Congress Center, Fukuoka, Japan

国際会議における発表 (口頭発表、査読有)

K. Kaneto, H. Fujisue, T. Sendai, K. Yamato, M. Kunifusa, and
W. Takashima,
"Load Dependence of Soft Acutuators based on Polypyrrole/DBS films"
7th International Conference on Nano-Molecular Electronics
(ICNME2006)
December13-15,2006,International Conference Center Kobe(Japan),
<SV-3>

#### (口頭発表、査読無し)

K. Kaneto, H. Fujisue, T. Sendai, K. Yamato and W. Takashima
"Work behaviors of Soft Actuators based on Polypyrrole/DBS films "
Multifunctional Nanomaterials, Nanostructures and Applications
(MNNA) Dec. 22-23,2006, University of Delhi, New Delhi, India.

K. Kaneto, H. Fujisue, T. Sendai, K. Yamato, and W. Takashima
"Work Behavior of Conducting Polymer Actuators"
9th International Conference on Frontiers of Polymers and Advanced
Materials ,Cracow Poland 8-12 July 2007

K. Kaneto, H. Suenami, T. Sendai, K. Yamato and W. Takashima "WORK BEHAVIORS OF ARTIFICAL MUSCLE BASED ON COINDUCTING POLYMERS " The XVI International Materials Research Congress, Cancun, Mexico,19-23, Aigust of 2007, at the Symposium 9

"New Trends in Polymer Chemistry and Characterization"

K. Kaneto, H. Suenami, T. Sendai, K. Yamato and W. Takashima"Work behaviors and Training Effects of Artificial Muscles based on Cation Driven Polypyrrole.

MRS Fall Meeting 26-30 Nov.2007, Hynes Convention center, Buston, USA

K. K aneto,H. S uenami,T. S endai, and W.Takashima "Training and fatigue in polypyrrole artificial muscles " The International Conference on Science and Technology of Synthetic Metals,

July 6-11,2008,Porto de Galinhas Pernambuco,Brasil,BMA1

K. Kaneto and T. Sendai, "Anisotropic Strain and Memory Effect in Conducting Polymer Soft Actuators under High Tensile Stresses" ICROS-SICE International Joint Conference 2009 August 18-21 Fukuoka International Congress Center, Fukuoka, Japan

(ポスター発表、査読なし)

H. Fujisue, T. Sendai, K. Yamato, W. Takashima and K. Kaneto "Work Characteristics of Conducting Polymer Actuators using Cation Driven Polypyrrole"

MRS Spring Meeting, 9-13 April, 2007, San Francisco, USA

#### 国会学会・シンポジウム等における発表

(口頭発表、査読なし)

藤末 久志、千代 智一、大和 健太郎、高嶋 授、金藤 敬一 「カチオン駆動型導電性高分子アクチュエーターの負荷特性」 第67回応用物理学会学術講演会2006年8月29日-9月1日 30p-P-3

金藤 敬一、藤末 久志、千代 智一、高嶋 授 「導電性高分子アクチュエーターのエネルギー変換効率」 第55回 高分子討論会2006年9月20日-22日、3T01 富山大学

千代 智一、末松 浩嵩、金藤 敬一
「張力下でのポリピロールの異方的電解変形とメモリ効果」
第56回 応用物理学関係連合講演会 2009年3月30日 - 4月2日、
1a-ZD - 5 筑波大学

金藤 敬一、橋本 光、富永 和生、千代 智一 「導電性高分子の電解伸縮における張力負荷下でのクリーピングと巨大履歴」 第70回 応用物理学会 学術講演 2009年9月8日-11日、 10a-R -11 富山大学

#### (ポスター発表、査読なし)

千代 智一、末松 浩嵩、藤末久志、大和 健太郎、高嶋 授、金藤 敬一 「ポリピロールのソフトアクチュエーターにおける負荷特性」 高分子年次大会 2007年5月29-31日 3Pc175 2252 京都国際会館

金藤 敬一、藤末 久志、千代 智一、大和 健太郎、高嶋 授 「導電性高分子ソフトアクチュエーターの動特性」 高分子年次大会 2007年5月29-31日 3Pd176 2253 京都国際会館