固体酸化物燃料電池の性能に関する研究

機関動力部

材料加工部

元船舶技術研究所

熊倉孝尚、波江貞弘、汐崎浩毅 川越陽一、中島康晴 千田哲也 野村雅宣

Experimental Investigation on Performance of Solid Oxide Fuel Cell

by

Takanao KUMAKURA, Sadahiro NAMIE, Koki SHIOZAKI, Youichi KAWAGOE, Yasuharu NAKAJIMA, Tetsuya SENDA, and Masanobu NOMURA

Abstract

Fuel cells have worldwide impact as a new means of highly efficient and clean power generation, and they also have the possibility of application to the vehicles for transport. We have researched on some technical problems of the solid oxide fuel cell (SOFC) applied to power system for marine use in the future.

The purpose of this study is; (1) to establish a new manufacturing method of the cell element for improving cell performances, to verify availability of the new cell and to investigate adaptability of natural gas as fuel for the SOFC system, (2) to make clear the influence of airborne-salt on the cell performance, and (3) to propose separation of CO_2 gas from fossil fuel with a combined SOFC and turbine system.

In the experiment (1) test cells were prepared using electrolyte membrane with various size of roughness on the surface. Effect of the interfacial structures between electrolyte membrane and electrode layers on the electric performances was investigated. The electric performances of the test cell were improved by the new manufacturing method. The facts mainly caused by 3-dimensional extension of real contact area and electrochemical reaction sites between electrolyte and electrodes. It was also certified that the steady power generation with methane could be obtained.

The experiment (2) was carried out with a small planar type SOFC in which the working air was accompanied with salted mist. As a result, a cell performance was not inferior to that in the case without salt, and rather showed some increasing tendency than that. It was also found that the inlet airborne-salt penetrated into the air-electrode but not into the electrolyte. In order to find out the cause for the improvement in the cell performance, the behavior of the salt into the air-electrode was investigated and discussed.

The results (3) from a model calculation of the combined system indicate that the total thermal efficiency of the system is higher than 60% (LHV), CO₂ concentration in the exhaust gas from the present system is 1/10 or less of that from existing heat engines. In addition, CO₂ concentration supply to a CO₂ separation in the system is 10 times as high, which means the present CO₂ separator can be minimized in volume to about 1/10 of the volume of separators applied to existing systems. Further, the excess power required for recovering liquid CO₂ is about 4.6 ~ 6.5% of the thermal input to the system, which means the total thermal efficiency is 64.5%.

原稿受付 平成10年8月28日

審查済 平成11年1月13日

2

- 一目 次一 1. はじめに 2. SOFC セルの新製作法とその基本性能 2.1 第2章のまえがき 2.2 新しいセルの製作法 2.2.1 電解質板の表面加工 2.2.2 電極の焼成 2.2.3 供試セル 2.3 電解質表面の粗面化の効果-水素を燃料に用い た場合-2.3.1 実験装置 2.3.2 実験·測定方法 2.3.3 結果と考察 2.4 負荷変動追従性と長時間性能 2.5 天然ガスを燃料とした場合の改質反応ならびに 発電特性 2.5.1 測定方法 2.5.2 結果と考察 2.6 第2章のまとめ 3. SOFC性能に及ぼす海上大気塩分の影響 3.1 第3章のまえがき 3.2 海上大気中の塩分濃度 3.3 実験方法および実験装置 3.4 実験結果 3.4.1 塩分影響の測定結果 3.4.2 塩分濃度の影響 3.4.3 セル電圧の塩分に対する過渡応答 3.4.4 セル断面検査 3.5 考察 3.5.1 NaClが電圧増加を起こす要因 3.5.2 空気極内のNaClの挙動 3.6 第3章のまとめ 4. SOFCスタック試験 4.1 第4章のまえがき 4.2 実験装置 4.2.1 供試セル 4.2.2 スタック実験装置の構造 4.3 実験 4.4 結果と考察 4.4.1 発電性能 4.4.2 スタック内温度分布等 4.5 第4章のまとめ 5. SOFC 複合サイクルによる高効率発電と二酸化炭素 分離・回収性能 5.1 第5章のまえがき 5.2 SOFC 複合サイクルシステムの提案 5.2.1 サイクルの概要 5.2.2 燃料の化学反応と各部の作動ガス組成 5.3 SOFC 複合サイクルの性能解析
 - 5.3.1 SOFC単独の発電効率

5.3.2 解析モデルの前提条件
5.4 複合サイクルシステムの特性
5.4.1 システムとしての発電性能と熱効率
5.4.2 CO2分離・濃縮効果-在来熱機関との比較5.5 二酸化炭素回収率と回収所要動力
5.5.1 CO2回収率
5.5.2 CO2回収所要動力
5.6 第5章のまとめ
6. あとがき
謝辞
参考文献

1. はじめに

最近の地球環境保全に対する世界的な関心の高まり につれ、船舶海洋動力源に対してもNOx、SOxなど大 気汚染物質の国際的な規制が具体化されつつある。ま た、地球温暖化の原因物質である二酸化炭素の排出抑 制のためにも動力装置におけるエネルギー変換効率向 上の重要性が指摘されている。

燃料電池は燃料の持つ化学エネルギーを、熱エネル ギーの形態を介さないで、直接電気エネルギーに変換 する装置である。エネルギー変換効率を高くできると ともに大気汚染物質の排出や騒音・振動を伴わないた め環境調和性の高い次世代発電装置として有望視され、 将来の発電装置として各国で研究開発が進められてい る^{1),2)}。また、船舶の動力源または電源としてもその可 能性を持つものとして期待されている³。エネルギー変 換の役割を担う中心部分をセルと称し、燃料側、空気 側の各電極と電解質によって構成される。この電解質 材料の種類によって、燃料電池は大きく、表1-1に示す 5つの形式に分類される。著者らは、このうち作動温 度が最も高い固体酸化物電解質型の燃料電池(以下 SOFCと略称)について、舶用機関や海洋動力源とし て適用する際の問題点の抽出及び対策の検討を目的に 実験的研究を行ってきた。

SOFCは他の形式の燃料電池と比較して作動温度が 高いため、電池反応を促進させるための触媒が不要と なり、ランニングコストを低く押さえることができる。 また、LNG、メタノール、石油などを改質反応を介し て燃料として用いることができる点や、出力密度が高 いので小型化できるなどの点で、船舶等の動力源とし て適していると思われる。さらに、高温の排気ガスを 再利用し他の熱機関との複合化・コジェネレーション 化により全体としての効率を上げることができるなど の点で有利である。

一方、高温による電解質、電極等の膨張率の差によ る剥離や振動などによる破損等強度上の問題点が予想 され、材料の選択に難しさがある。通常SOFCは、セ

(2)

	アルカリ電解質型	固体高分子電解質型	リン酸型	溶融炭酸塩型	固体電解質型
	(AFC)	(PEFC)	(PAFC)	(MCFC)	(SOFC)
電解質	水酸化カリウム	陽イオン交換膜	濃厚リン酸水溶液	炭酸リチウム(LiCO₃)	安定化ジルコニア
(イオン伝導体)	(КОН)	(Nafion等)	(H₃PO₄)	炭酸カリウム(K₂CO₃)	(ZrO₂+Y₂O₃)
イオン導電種	OH-	H+	H+	CO₃	0
作動温度	50~150℃	80~120℃	190~220℃	600~700℃	~1000°C
燃料	純水素	水素(CO含有不可)	水素(CO含有不可)	水素・一酸化炭素	水素・一酸化炭素
酸化剤	酸素・空気(CO2不可)	酸素・空気	空気	空気	空気
アノード反応	H ₂ +20H →2H ₂ 0+2e	H₂→2H++2e	H₂→2H++2e	$H_2+CO_3^{} \rightarrow H_2O+CO_2+2\Theta$	H ₂ +0 →H ₂ 0+2e
					C0+0 →C0₂+2e
カソード反応	1/202+H20+2e→20H-	1/20₂+2ℍ ⁺ +2e→2ℍ₂0	1/202+2H ⁺ +2e→2H20	1/20₂+C0₂+2e→C0₃	0₂+4e→20
燃料の原種	電解工業の副生水素水	天然ガス,ナフサまで	天然ガス,ナフサまで	天然ガス,石油,石炭ガ	天然ガス,石油,石炭ガ
	の分解	の軽質油,メタノール	の軽質油,メタノール	ス,メタノール	ス,メタノール
システム発電効率	~60%	~50%	40~45%	45~60%	50%以上

表1-1 各種燃料電池の構成と特徴

ルの電解質としてYSZ(イットリア安定化ジルコニア) とよばれるセラミック質の薄膜酸素イオン伝導体を用 いる。YSZのイオン導電率は高温ほど高く、実用上の 作動温度として1,000℃が選ばれており、5つの形式の 中では最も高い。1,000℃という高温のために電池の耐 久性、性能の安定性等の点から、電極等の構成部材に はセラミックス系及び特殊耐熱合金が使われている。

また、単セルで発生する電気出力は小さく、実用規 模の出力を取り出すにはセル面を大型にし、かつ積層 (スタック化)する必要があり、開発上の大きなテーマ の一つに発電損失が小さく長期にわたり安定な出力が 得られる積層化技術がある。

本論文では、船舶・海洋動力を主対象とする燃料電 池の課題として、高出力密度型セルの新製作法、負荷 変動特性を含む諸性能、天然ガス燃料の適用性、海上 塩分の影響、電池スタック構築ならびに新複合サイク ルシステムを取り上げ、これらについて総合的に報告





(電解質の種類により分類)

するものである。

なお、燃料電池反応の基本となる水素を燃料とした 場合の電気化学反応はSFOCの場合次式で表示される。 また、セル発電機構は図1-1に示すとおりである。

空気極: 1/2O₂+2e→O²(YSZを通り燃料極へ) (1-1)

燃料極: H₂+O²-→H₂O+2e(外部負荷回路へ) (1-2)

2. SOFC セルの新製作法とその基本性能

2.1 第2章のまえがき

SOFCは、通常単セルを数十枚積み重ねたスタック で構成され、発電に用いられるが、舶用としてはその 装置のコンパクト性や信頼性が必要条件となる。本章 では、その基本となる単セルの発電性能及び負荷変動 追従性能の向上を目的として、電解質表面を加工した 後に電極を焼成してセルを製作する方法を新たに提案 するものである⁴⁵⁷。この方法を用いることで、電解質 と電極との界面が3次元的に接合され、実質的な接触 面積が増加し、その結果として電池反応の促進が期待 される。

この点を実証するため、実験では電解質表面粗度の 異なる電解質膜を用いて複数のセルを製作した。水素 を燃料として供給し、その基本性能を測定、比較する ことで、電解質表面の粗面化が、(1)セルの基本的な発 電特性、(2)セルの内部抵抗、(3)負荷変動追従性と長時 間の性能等に与える影響について考察した。発電特性 については作動温度を変化させた場合についても実験 を行い、電池の耐久性向上を目的としたセルの作動温 度低減の可能性を検討した。

また、水素燃料の場合と同様のセルを用いて、(4)天 然ガスを燃料とした場合の改質反応、ならびに発電特 性についても実験を行い、その適用性を検討した。

2.2 新しいセルの製作法

4

2.2.1 電解質板の表面加工

電解質材料としてYSZ(Yittoria Stabilized Zylconia, ZrO28mol%Y₂O₃)を用いた市販の電解質板を使用し、酸 による化学処理によって表面加工(平滑面の部分的腐 食による粗面化)を施した。図2-1a、図2-1bに処理前 後の電解質表面のSEM(Scanning Electron Microscope) 写真を示すが、明らかに表面の状態が凹凸面に変化し ていることが見て取れる。

また、EPMA (Electron Probe Micro-Analizer)、X線 回折を用いて表面加工前後での電解質表面の成分の分 布と化学的変化を調べた。その結果僅かなスペクトル 成分変化は見られたが、基本的にはセルの性能に及ぼ す影響は小さいものと考えられる。

2.2.2 電極の焼成

電極材料として、燃料極はNiO粉末とYSZ粉末を6:4 の割合で混合したものを、空気極はLaossSronsMnO3粉末 を用いた。各電極材は予めエタノールと重量比約1:1で 混合したスラリー状とし、前節で述べた電解質表面に 塗布した後、電気炉で焼成した。各電極の焼成の際は 電気炉の昇温・降温速度を5℃/min未満に保ち、保持 温度は燃料極で1,450℃、空気極で1,150℃、保持時間 はともに12時間とした。

2.2.3 供試セル

実験に用いたセルの電解質及び各電極の成分・寸



a)処理前





図2-1 SEMによる表面処理前後の電解質表面状態の比較

表2-1 電解質および電極の材料と寸法

材料		直径	厚さ (µm)	
		(mm)	未加工	加工
電解質	ZrO ₂ 8mo1%Y ₂ O ₃	30	100	150
燃料極	Ni-YSZ サーメット	6	50	50
空気極	La _{0.85} Sr _{0.15} MnO ₃	6	50	50



図2-2 供試セルの形状

(4)

法・形状を表2-1と図2-2に、各セル電解質表面の粗度 (単純平均粗さRa [μ m])を表2-2に示す。電解質の 厚みは150 μ m、直径は30mmで、その両面中心部分 に厚さ50 μ m、直径6mmとなるように各電極を上述 の手順で接合しセルを製作している。なお、表2-1及び 2-1には比較のために用いた表面未加工の電解質も示し ており、厚みは100 μ mである。

2.3 電解質表面の粗面化の効果-水素を燃料に用い た場合-

2.3.1 実験装置

図2-3に実験装置及び供試セルの装着状況を示す。セ ルの両電極に集電用の白金網を被せ、その白金網に2 対(4端子)の白金線を溶着させてリード線として取 り出した。この内の2本1組(燃料極、空気極各1本) を電圧測定用リード線、残りの2本1組を電流取り出し 用として使用した。さらに、白金網を被せた電極面が 露出するように2枚の石英リングにセル本体を夾んだ 形でセル支持管に装着した。

図中に示すように、燃料は上方からセル燃料極表面 に供給された後、二重管環状部を上方へ戻り排出口か ら排出される。一方空気は下方から空気極表面に供給 された後、周辺方向に排出される。なお、空気極側の 電極表面から若干離れた位置に一対のR型熱電対(直 径0.3mm)を配置しセル温度を計測した。このように 組み立てたセル支持管、リード線、熱電対等一式を電 気炉内に設置した。

2.3.2 実験・測定方法

実験は、電気炉出力を制御し、セル発電部の温度を



図2-3 実験装置およびセル裝着状況

ー定に保ち実施した。燃料としては流量200cc/minの 水素と200cc/minの窒素の混合気を各ボンベから流量 計を経て供給し、反応後のガスはダイヤフラムポンプ で室外に放出した。酸化剤としての空気は、無給油式 ベビコンで大気を加圧し、流量500cc/minで供給した。 測定は発電性能、セル内部抵抗、負荷変動特性につ

いて行い、それぞれ次の要領で実施した。

(1) 発電性能の計測:供試セルからの電圧、電流用リ ード線計4本をポテンショ・ガルバノスタット(PGS)に 接続して実施した。主として定電流方式(電流を一定 に保ちつつ、電圧の変化を観察する方式)によって、 各電流密度Iにおけるセル電圧Vの値を測定し、得られ たV、I値から電気出力密度Wを計算で求めて、V-I、 W-I特性を求めた。

実験では、表2-2に示した表面粗さの異なる5枚の供 試セル(内1枚は未加工セル)のそれぞれについて、 1,000℃の作動温度での発電性能を求めた。また、今回 製作したセルの最適な作動温度を検討するため、一枚 の供試セルについて作動温度を変化させた場合の発電 特性も調べた。一般にセルの内部抵抗は作動温度の低 下とともに増大することが知られている。また、発電 装置構成部材の耐熱性から、作動温度の上限は1,000℃ 程度と考えられる。今回は800℃、900℃、1,000℃と3 つの温度について発電特性を測定し比較検討した。

(2) セル内部抵抗の計測:セルの内部インピーダンス は、周波数分析器(FRA)からの微小交流電圧 (10mVrms)を上記のPGSに一旦入力し、PGSの直流 電圧に重畳させる形で供試セルに加えて測定した。得 られる電圧/電流(インピーダンス)の値を複素座標上

表2-2 使用したセル電解質の表面粗度

セル番号	表面粗さ(Ra;µm)
# 1	1.38
# 2	0.45
# 3	0.57
# 4	0.25
# 5	0.12 (未加工)

6

に表示して供試セル間の相違を調べた。

(3) 負荷変動追従性:一定の電圧、電流値に安定して いる状態から、電流値(あるいは電圧値)をステップ 状に変化させた時の電圧値(電流値)の挙動を測定し、 その過渡応答曲線からセルの負荷変動に対する追従性 を調べた。なお、セルの内部抵抗の測定ならびに負荷 変動特性の測定は作動温度を1,000℃付近に保持して実 施した。

2.3.3 結果と考察

(1) セル断面構造 図2-4aに比較的粗度の小さいセ ル(#4: Ra=0.25)、図2-4bに比較的粗度の大きいセル (#1: Ra=1.38)の発電部断面 SEM 写真を示す。#4のセ ルのSEM 写真では電解質と空気電極との境界が直線的 であるのに対し、#1のセルでは境界が複雑に入り組ん でいることが観察される。この事実はEPMAによる材 料成分の分布測定でも確認されている。また、燃料極 側もほぼ同様な傾向が観察されている。前節で述べた 表面加工を行うことにより、界面が3次元的に接合され、実際の接触面積が見かけ以上に大きくなっているものと推測される。これら電解質表面の粗面化がSOFCセルの発電特性に与える影響について以下に述べる。

(2) 発電性能について 図2-5に各セルのV-I,W-I特 性を示す。未加工セル#5は、他のセルに比べ、電解質 の厚みが薄く、その分内部インピーダンスが小さいの で本来電圧値が高めに測定されるはずである。しかし ながら、大部分の電流密度域で加工セルのほうが未加 工のセルよりかなり高い電圧値が測定され、その結果 最大出力密度も1w/cm²以上と高い値が得られている。 また、発電可能電流密度も3.0A/cm²程度以上まで広が っていることがわかる。

電解質表面粗さに対して求めた電圧値、出力密度値 の変化を図2-6、図2-7に示す。両図中のパラメータは 電流密度である。電圧値への影響については、粗度が 大きくなるにつれ同一電流密度での電圧値は最初大幅



a) 粗度の小さいセル【#4】



b) 粗度の大きいセル【#1】





(6)



図2-7 電解質表面粗度に対する発生出力密度の変化





Current Density 0.8 (A/cm^2) 0.1 Voltage (volt) 0.6 0.4 0.8 0.4 1.2 2 0.2 0 800 900 1000 Temperature (C)

図2-9 作動温度に対する発生電圧

に増加するが、0.5 μ m程度以上の粗面加工に対しては、 一定の値に漸近していく傾向が見られる。上記電圧値 の増加の傾向は、電流密度の大きい領域で特に顕著で あり、粗面加工の効果は、高電流密度域でのセル発電 性能の向上に大きく寄与することが特徴的である。出 力密度への影響もほぼ同様な傾向を示した。ただ、図 2-5 中において、W-I 曲線が中央で高くその前後で低い 曲線であるため、図2-7 では粗度の小さい範囲で折れ線 グラフが交錯している。

結論として電解質表面の粗面加工は明らかにセルの 発電性能を向上させるが、ある程度以上の粗度ではそ の効果はほば一定となる。従って、実際にはセルの機 械的強度等を考慮し、適当な粗さを選択すべきであろ う。

次に、800℃、900℃、1,000℃の各作動温度におけ る発電特性を図2-8に示す。容易に予想できるように、 温度が下がるにつれ、発生する電圧は下がる傾向が見 られた。また、同一の電流密度での、各温度に対する 発生電圧の変化を示す図2-9の結果によると、900-1,000℃間での発生電圧の勾配が比較的緩やかなのに対 し、800-900℃間の勾配が大きいことが分かる。

(3) インピーダンス測定 #1、#4の2つのセルについてのインピーダンス測定結果を図2-10a)、図2-10b)に示す。これは電極と電解質全体を交流で分極した際の 複素インピーダンスを示したもので、一般に実数部は オーム抵抗に相当し、虚数部はリアクタンスと呼ばれ るセル各部の電気容量に相当する量を表す。それぞれ 実数部、虚数部共に粗度の大きい#1の加工セルのほ うが小さな抵抗値の円弧を描いており、表面加工を行 うことでセル内部の電気化学的抵抗が減少しているこ とがわかる。これは図2-5の結果における、電流密度0 におけるV-I曲線の傾きの傾向とも一致しており、発電 性能改善の要因と考えられる。



(7)



図2-11 負荷変動追従性(粗度が比較的高い場合の例)

2.4 負荷変動追従性と長時間性能

燃料電池を舶用動力として用いる場合は、その使用 状況から負荷変動特性が重要となる。一般に、ある電 流密度 I=I₀、電圧 V=V₀での安定状態から、たとえばス テップ状に電流密度の値を増やすと、電圧 Vの値は一 旦大きく減少した後、徐々に回復しつつ次の安定値に 漸近していく現象がみられる。表面加工セルの場合の 結果を図2-11に例示する。変化はほぼ指数関数曲線に 沿っており、電圧が安定値の95%まで回復するまでの 時間は1.8~2.8min(時定数0.6~0.9min)であった。 従来の未加工セルでは120min(時定数40min)といっ た負荷追従性が極端に遅い例も見られたが、表面加工 を行ったセルについてはこれに比べかなり追従性が改 善されている。

Iの変化に対するVの変化に時間遅れが生じる現象に ついては、未加工セルの例では電極内のガス拡散に起 因すると考えられたが、表面加工を行い界面の状態が 変化した事で追従性の程度が改善されていることから、 特に電子の受渡しが行われる電極/電解質/反応ガスの 三相帯の状態にも一因があると推測される。 最後に、前節の基本的な特性試験を行ったものと同様の丸形セルを用いて電流密度を0.3A/cm²一定に保ち500時間の連続運転試験を行った。他の実験条件はこれまでと同様である。図2-12はその結果を示したものであるが、多少の変動はあるものの、本実験の範囲内では発電性能の低下はほとんどみられなかった。



(8)

2.5 天然ガスを燃料とした場合の改質反応ならびに 発電特性

2.5.1 測定方法

天然ガス燃料の供給系統の概念図を図2-13に示す。 燃料として、天然ガス(メタン)、および性能比較のた め水素を用いた。ボンベを出た燃料ガスは、天然ガス、 水素のどちらの場合もセルへ供給される前に、一定の 温度に保持されたフラスコ内の水でバブリングによっ て加湿される。また、比較のため加湿装置をバイパス して測定を行えるようにもなっている。実験の際はこ のフラスコ出口に十分に近いところで温度の計測を行 い加湿度を調節した。燃料ガスはセル直前で、ニッケ ル触媒により改質され、発生した水素と一酸化炭素が セルに供給される。セル発電部は基本的に前節で使用 した装置と同様である。また、実験に使用したセル電 解質の表面粗度は十分に粗い物である。

2.5.2 結果と考察

天然ガスを燃料として得られた発電特性を図2-14に 示す。開回路電圧の値は水素の場合に比べ天然ガスの 方が若干高めである。一方、電流を外部に取り出す領 域においては、天然ガス燃料を用いた場合に得られた 電圧値は水素の場合に比べ若干低い値を示した。

一般に、メタンのニッケル触媒による改質反応の促 進は燃料に含まれる水蒸気分圧に依存するので、発電 性能もその影響を受けると考えられる。しかし、図中 に示されるように加湿装置を使用した場合と使用しな かった場合や、加湿の温度を変化させた場合などとの 比較では、得られた結果に顕著な差異は見られなかっ た。これは、燃料極側で酸素イオンと結合して生じた 水蒸気や燃料極側に残留した水蒸気が質量的に十分存 在し、改質反応に再利用されているか、メタンがセル 電極上で直接酸化されているためではないかと考えら れる。事実、後者に関して、電極面上でのメタンの直 接酸化の可能性が最近報告されており^{85.9}、今後の検討 課題としたい。



図2-13 メタン燃料実験における燃料・空気系統概念





2.6 第2章のまとめ

SOFCを舶用動力に採用する場合想定される課題として、単セルの発電性能と負荷変動特性の改善、天然 ガス燃料に対する適用性等を実験的に検討した。得ら れた結果をまとめるとつぎのとおりである。

(1) 電解質表面を粗面加工した後セルを製作する方式を 新たに提案し、界面粗度が比較的小さい範囲において、 粗度の増加につれ発電性能が大幅に向上されることが 明らかとなった。粗度が大きくなるにつれこの効果は 一定の値に漸近するため、セルの機械的強度の保持を 考慮すると、今回の実験では0.5 μ m程度の粗面化が最 適と考えられる。一方、作動温度を変化させた測定結 果から900℃でもかなり良好な発生電圧値が得られる ことが分かった。したがって、本セルを使用する場合 作動温度の低減が可能であり、発電装置の部材の信頼 性向上を図る上で有効と考えられる。

(2) インピーダンスの測定から、粗度の大きなセルの場合に内部抵抗が低くなる結果が得られた。この場合、 SEM写真によると電極と電解質の境界が複雑に入り組んで凹凸が大きいことが観察される。したがって、電解質/電極界面の三次元構造化による実質的な接触面積の増加、即ち電池反応サイトの増加が発電性能向上の主たる要因と考えられる。

(3) また、表面加工を施すことにより負荷変動に対する 追従性も改善された。さらに、500時間の連続運転試 験範囲に対し電圧性能の低下はほとんど見られなかっ た。

なお、大面積化やスタック化における本セル製作方法の問題点については今後さらに検討が必要である。

(4) 天然ガス燃料の場合は開回路電圧を除き、水素の場 合より若干低い電圧値となったが発電自体は安定な結 果が得られた。水蒸気分圧の変化による発電性能への 影響については、メタンの電極上での直接酸化現象を 含め、今後さらに検討が必要である。

3. SOFC 性能に及ぼす海上大気塩分の影響

3.1 第3章のまえがき

燃料電池を船舶で使用する場合の特殊性として、電 池本体に対して検討すべき課題の一つに海上大気中の 塩分の影響があげられる。即ち、船舶では電池の作動 に必要な空気は海上大気を使用することになるが、海 上大気中には海水中の塩分が海塩粒子となって浮遊し ており、この塩分がSOFCの発電性能にどのような影 響を及ぼすか明らかにしておくことは燃料電池使用上 の課題である。このため、小型の平板形単セル試験装 置を用い、空気に食塩を添加した実験を実施してきた。 本章はセルに及ぼす塩分の影響についてこれまでに得 られた結果^{10,11}を整理したものである。

3.2 海上大気中の塩分濃度

海水に含まれる塩分濃度は通常3.3~3.7wt%で、その大部分は塩化ナトリウム(食塩)である。大気中の海塩粒子は液滴または海塩核として存在し、この生成 機構は風波により生じた海水の気泡の破裂による微細 な液滴が空気中に射出することが大きいといわれる¹²⁾。 海上大気中に存在する塩分濃度は風速、湿度や海面か らの高さの影響を受けて大きく変わる。北大西洋上の 測定例では0.07~0.25mg/m³ of air (海面上30 m)¹³⁾、 また、海洋または沿岸海面上10 mの高さで広範囲の風 速の下で測定し、1 μ g/m³~ lmg/m³ of air の報告があ る¹⁴⁾。

3.3 実験方法および実験装置

SOFCでは、酸化剤としての空気は空気極に供給さ



図3-1 塩分の飽和蒸気圧線図

れ、空気に塩分が含まれている場合、塩分も直接空気 極に入る。セル流入空気が大気圧の条件下では、海塩 の主成分である塩化ナトリウム(NaCl)の溶融点が 801℃であり1,000℃の飽和蒸気圧は図3-1¹⁵に示すよう に1.1kPaであるため、空気極に入った海上大気中塩分 はすべて蒸気となり、空気と共に空気極材およびYSZ に達して電池反応に何らかの作用、あるいは、セル材 料に影響を与えることが予測される。

その点を明らかにするための実験として、海上大気 を模擬した大気をSOFCに供給するため、海塩の代表 としてNaCl(食塩)を空気に導入することにして、通 常の海上大気中の塩分濃度より過剰な濃度の食塩を空 気に含ませた試験、いわゆる塩分加速試験を行った。 食塩の供給方法として市販の超音波式加湿器を改造し て食塩水のミストを発生させ、これを空気で搬送して セルに供給した。海上大気中の塩分濃度(1mg/m³air 以下)より高濃度の、最高2,500倍程度までの塩分濃度 (分圧約0.1kPa)を使用した。

本章で使用したSOFCのセルは酸素イオン伝導体の

表3-1 セルの材料及び寸法

セル要素	材料	直径	厚さ
燃料極	40%Ni-YSZ サ ーメット	10mm	50∼60µm
電解質	ZrO28mol%Y2O3	30mm	130 µ m
空気極	(Lao.9Sro.1)MnO 3	10mm	30 µ m

