## 科学研究費助成事業

研究成果報告書 6 月 2 0 日現在 平成 28 年

研究成果の概要(和文):不溶性酸素発生電極としてスピネル構造を有する金属酸化物ヘルシナイト(FeAI204)に着目し、溶融塩中での導電性および耐久性の向上を目的として、Feイオンを化学量論値から若干増やした固溶体酸化物 Fe1+ AI204セラミックスを合成した。を変化させると電気抵抗率は1.46 x10 4 (=0)から4.46 x10 0 m (=0 .45)まで低下した。Fe1+ AI204を陽極として、容融フッ化物中での電解試験を行い、特性を検討した結果、Fe1.25AI2 04電極が非消耗性陽極材料としての利用可能性が示唆され、酸化物電極の有用性が確認された。

研究成果の概要(英文):The present applicants focused attention on a metal oxide of spinel FeAl204 as the insoluble oxygen evolution electrodes at high temperatures. To improve both the electrical conductivity and the durability in the molten salts, the present applicants have synthesized solid solution Fe1+Al204 ceramics by controlling the content of Fe from the chemical stoichiometry of 1. Their electrical resistivity of spinel Fe1+ Al204 ceramics was much reduced from 1.46 x10 4 (=0) to 4.46 x10 0  $\cdot$  m (=0.45) with increasing value. Some physical and chemical properties of the present spinel ceramics have been investigated from the viewpoints of the anode electrode for oxygen generating in the molten fluoride salts during electrolyzing teat. The present lity of 5e1 2511201 being upd as per ceramical product of the present and test. The possibility of Fe1.25A1204 being used as non-consumable anode electrode is suggested and usability of oxide electrodes is recognized.

研究分野: 工学(応用化学)

キーワード: 溶融塩電解 不溶性酸素発生電極 熱間静水圧プレス 非化学量論組成 \_ヘルシナイト(FeAl204) 固溶体酸化物 セラミックスプロセス

### 1. 研究開始当初の背景

近年の地球環境問題に対する解決策の一つ として、低エネルギー消費で持続可能な低炭 素社会への移行を挙げることができる。これ を実現するためには、例えば、わが国の製鉄、 非鉄精錬業でも、全産業に占める CO<sub>2</sub>排出量 は少なくない。これは本質的に酸化物を原料 とし、還元剤として炭素を用いる限り、副生 成物である CO や CO<sub>2</sub>の排出から逃れること ができないからである。これを回避するため、 電解により酸化物を還元製錬する方法が従来 から提案されている。確かに再生可能エネル ギー由来の電力により還元できれば、COや CO2は発生しないように思われるが、実際に は、酸素発生不溶性電極が開発されない限り、 COやCO<sub>2</sub>は発生する。しかしながら、もし 不溶性陽極の使用が可能となれば、低炭素化 社会実現に一歩を踏み出すことができる。し かし現状では、このような不溶性陽極は、開 発されていない。

## 2. 研究目的

従来の本申請者等の知見から、不溶性陽極 の設計指針として、次のことが明らかになっ た。 骨格をなす母材は、ワイドバンドギャ ップかつ高融点の化合物であること。さらに、 この骨格母材に他の金属元素を添加するこ

とにより良好な電気伝導性を確保すること。 これら と の要件を双方とも満たすことが 必要である。このようなコンセプトの基に、 スピネル構造のワイドバンドギャップのヘル シナイト(FeAl<sub>2</sub>O<sub>4</sub>)に着目し、さらにこれに他 の金属元素を添加することにより、良好な電 気伝導性を有する新たな酸素発生用陽極セラ ミックス作製の着想に至った。

本申請者等は一連の研究を通じて、不溶性 陽極の探査は、平衡論に基づく化学熱力学的 な予想だけでは不十分であることも明らかに している。即ち、新たに作製した電極材料に ついても、実際に酸化物イオンが存在する系 で電解試験を行い、そこでの酸素発生挙動お よび耐久性に関するデータ取得を行い、本申 請書記載の電極について電解試験を行う。

#### 3. 研究方法

**平成**25 年度: ヘルシナイト FeAl<sub>2</sub>O<sub>4</sub> セラミ ックスを作製し、溶融塩電解の電極としての 特性を評価する。**平成**26 年度以降: さらに電 気的特性の向上と溶融塩電解の電極特性を改 善するため、Fe を化学量論比から過剰にした Fe<sub>1+δ</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 固溶体粉体を固相法で調製し、つい で相対密度 95~96%以上の高密度、高強度セラ ミックスを作製し、各種の電気的、化学的、 電気化学的特性等を評価する。 4. 研究成果

## (1) Fe<sub>1+δ</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> セラミックスの作製 Fe<sub>1+δ</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub>粉末の合成

Fe<sub>1+δ</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub>は原料にα-Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>とγ-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>微粒 子を用いて固相法により合成を行った。本研 究では、N<sub>2</sub>- H<sub>2</sub>の混合ガスによる還元雰囲気 下で合成を行い、Fe<sub>1+δ</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub>単一相の合成を試 みた。まず、Fe<sub>1+δ</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub>の合成条件の初期的検 討し、N<sub>2</sub>-1 vol%H<sub>2</sub>雰囲気下 900 、6h で仮 焼を行なった。得られた試料の XRD 分析結果 より FeAl<sub>2</sub>O<sub>4</sub>に帰属する回折パターンのみが 確認され、単一相の FeAl<sub>2</sub>O<sub>4</sub>の合成が確認さ れた。次に、Fe イオンの化学量論組成を操作 した Fe<sub>1+δ</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub>の合成条件について検討した。  $\delta$ =0の試料の合成条件を考慮し、 $\delta$ =0、0.25、 0.30、0.35、0.40、0.45の試料について、900 、 6h、N<sub>2</sub>-1 vol%H<sub>2</sub>雰囲気で仮焼を行った。得 られた粉末の XRD 分析結果を図 1 に示す。



## Fe<sub>1+6</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub>粉末の焼結

得られた Fe<sub>1+δ</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 粉末を粉砕した後、角 柱状あるいは円柱状の金型を用いて 70 MPa で一軸圧成形した後、続いて冷間静水圧プレ ス装置により 245 MPa で処理した成形体を雰 囲気炉内で熱処理を行うことで Fe<sub>1+δ</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> セ ラミックスを作製した。各組成での Fe<sub>1+δ</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> セラミックスの焼結条件を表1 に示し、それ らの条件で作製し得られた Fe<sub>1+δ</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> セラミ ックスの XRD 結果を図2 に示す。

表1 Fe<sub>1+δ</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub>の本焼条件

δ	温度	時間	雰囲気
0	1350	6 h	N2-0.5 vol%H2
0.25	1350	6 h	N2-0.2 vol%H2
$0.30 \sim 0.45$	1350	6 h	N <sub>2</sub> -0.3 vol%H <sub>2</sub>



図 2  $Fe_{1+\delta}Al_2O_4$  セラミックスの XRD パターン

図 2 に示した  $\delta$ =0、0.25、0.30、0.35、0.40、 0.45 の試料の XRD 結果より、FeAl<sub>2</sub>O<sub>4</sub> に帰属 する回折パターンのみが確認され、各組成で の単一相の Fe<sub>1+ $\delta$ </sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> の合成が確認された。 さらに、それぞれの組成の試料の XRD 結果に ついてリートベルト解析を行って格子定数を 求め、組成と格子定数の関係を図 3 に示した。



図 3  $Fe_{1+\delta}Al_2O_4$ 組成と格子定数

図 3 中の赤い点は既知の FeAl<sub>2</sub>O<sub>4</sub>の格子定数 (8.139)をプロットしたものであり、本研究 で得られた δ=0 の試料の格子定数は 8.153 と、報告値よりも若干大きい。また、δ の値 の増加とともに格子定数が増加し、固溶体の 生成が確認された。

## Fe1+8Al2O4 セラミックスの緻密化

溶融塩中で使用する陽極は、緻密な構造で あることが望ましいので、一部の試料につい て熱間等方加圧法(Hot Isostatic Pressing: HIP) を用いてその密度の向上を試みた。本研究で は HIP は 1250°C または 1300°C で 1 h、196MPa の条件で行なった。得られた試料の密度を表 2 にまとめ、また得られた試料の XRD 結果を 図 4 に、さらに HIP 処理後の試料( $\delta$ =0.40)の破 面の SEM、EDS 結果を図 5 に示した。

#### 表 2 HIP 処理を行った Fe<sub>1+δ</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub>の密度

δ	密度(g/cm <sup>3</sup> ) (HIP前)	密度(g/cm <sup>3</sup> ) (HIP後)	相対密度(%) (HIP前)	相対密度(%) (HIP後)
0.25	4.09	4.22	96.4	99.3
0.40	4.02	4.05	94.6	95.6

表 2 より、δ=0.25、0.40の試料の密度は HIP

処理前後でそれぞれ 4.09 g/cm<sup>3</sup>、4.02 g/cm<sup>3</sup>か ら 4.22 g/cm<sup>3</sup>、4.05 g/cm<sup>3</sup>へと密度の増加が確 認された。 図 5 の SEM 画像より緻密なセラミ ックスの構造が観察され、さらに図 4 に示す X 線回折パターンより単一相の Fe<sub>1+δ</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> セ ラミックスの合成が確認された。



図 4 HIP 処理前後の Fe<sub>1.40</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> セラミックスの XRD 分析結果



元素	原子数 at%
0	57
Al	22
Fe	21

図 5 HIP 処理後の Fe<sub>1.40</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub>の SEM, EDS

#### (2) Fe<sub>1+6</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> セラミックスの電気特性

作製した  $Fe_{1+\delta}Al_2O_4$ セラミックスの室温で の電気特性を四端子法で測定した。得られた 各組成の試料についての電流と電圧の関係を 図 6~8 に示す。オームの法則を適用して試料 の抵抗値 *R* を求め、試料形状から抵抗率  $\rho$  を 算出した。得られた組成と抵抗率の関係を図 9 に示す。図 9 に示すように、 $\delta$  を 0 から 0.45 まで変化させることにより $\rho$  が 1.46 × 10<sup>4</sup> Ω·m から 4.46 × 10 Ω·m まで低下することが確認さ れた。





図 8 Fe<sub>1+δ</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> (δ=0.45)の電気特性

以上より、組成( $\delta$ )を変化させた単相 F $e_{1+\delta}Al_2O_4$ セラミックスが作製され、さらに、 本研究の目的であった電気伝導性の向上が達 成された。

次に、作製した  $Fe_{1+\delta}Al_2O_4$  セラミックスを 溶融フッ化物中での電解試験の陽極として用 い、その陽極特性を検討した。



(3)  $Fe_{1+\delta}Al_2O_4$  電極を用いた溶融フッ化物系での電解試験

#### 溶融 LiF-NaF-KF フッ化物系での Fe<sub>1.25</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub>電極の陽分極特性

500 の溶融 LiF-NaF-KF 中で、作用極に今 回作製した Fe<sub>1.25</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極、対極に Al 板、参 照極に Ni 線を用い、サイクリックボルタンメ トリーを行うことにより Fe<sub>1.25</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極の陽 分極特性の検討を行った。得られたサイクリ ックボルタモグラムを図 10 に示す。



図 10 Fe<sub>125</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極の陽分極特性

また、平衡電位(K<sup>+</sup>/K)を測定し、これ以降の 電位は全て(K<sup>+</sup>/K)基準で校正した。

図 10 中の黒線が何も添加していない blank の浴中での測定結果であり、赤線が酸化物イ オン源として Li<sub>2</sub>O を 1.0 mol%添加すること で浴中の酸化物イオン濃度を増加させた系で 行った測定結果である。Li<sub>2</sub>O 添加前後で浴中 の酸化物イオン濃度の増加に伴い、2.0 V(vs. K<sup>+</sup>/K)付近からの酸化電流密度が増加した。こ の酸化電流密度の増加について熱力学的観点 から考察を行った。まず、以下にこの電解浴 を構成する LiF、NaF、KF、Li<sub>2</sub>O の理論分解 電圧を算出した。この理論分解電圧は、500 でのそれぞれの生成自由ギブズエネルギーを NIST-JANAF Thermochemical Tables [1]から引 用し求めた。

さらに、浴中のイオン種は Li<sup>+</sup>、Na<sup>+</sup>、K<sup>+</sup>、 F<sup>-</sup>、O<sup>2-</sup>であり、作用極が金属酸化物であるこ とを考慮すると、以下に示す浴中の O<sup>2-</sup>が酸化 され、O<sub>2</sub>ガスが発生する反応が考えられる。 O<sup>2-</sup> 1/2·O<sub>2</sub> + 2e<sup>-</sup> (4.5)

(4) 溶融 LiF-NaF-KF 系での Fe<sub>1.25</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極 の電解試験

以上に示す様に、溶融 LiF-NaF-KF に Li<sub>2</sub>O を添加した系で行った図 10 のサイクリック ボルタモグラムの酸化電流密度の増加が確認 され、Fe<sub>1.25</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub>電極上での酸素発生反応が示 唆された。そこで、さらに O<sup>2</sup>濃度を増加させ るため SiO<sub>2</sub>を 0.5 mol%を添加した系において 作用極に Fe<sub>1.25</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極、対極に Al 板、参照 極に Ni 線を用いて、50 mA で 1 h の定電流電 解を行い Fe<sub>1.25</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極の安定性を調べた。

図 11 に定電流電解中の作用極の電位の時 間推移を示す。図 11 より、電解中の作用極の 電位は 6 V(vs. K<sup>+</sup>/K)付近を振動して推移して いることが確認できる。熱力学検討により算 出したこの電解浴中での理論酸素発生電位は 2.04 V(vs. K<sup>+</sup>/K)であり、その電位よりも貴な 電位であることから Fe<sub>1.25</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極上での酸 素発生反応が示唆され、かつ電位の振動は酸 素発生に伴い電解浴中の電極表面での O<sub>2</sub> ガ スの生成脱離により反応表面積が時間ととも に変化することが原因であると考えられる。



#### 図 11 定電流電解中の Fe125Al2O4 電極の電位の時間推移

電解前後の試料について XRD 分析を行なった。その結果を電解前の試料では $\alpha$ -Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>の回 折パターンが確認されたが、これは HIP 処理 を行う際に使用したアルミナ砂由来であると 考えられる。電解前後で FeAl<sub>2</sub>O<sub>4</sub>の回折パタ ーンが確認されることから、電解前後でも結 晶構造は変化せず、Fe<sub>1.25</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極の電解浴中 での化学的安定性が確認された。

## (5) Fe<sub>1.40</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極の陽分極特性

600 の溶融 LiF-NaF-KF 中で、作用極とし て今回作製した Fe<sub>1.40</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub>電極、対極に Ni 板、 参照極に Ni 線を用い、サイクリックボルタン メトリーを行うことにより Fe<sub>1.40</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub>電極の 陽分極特性の検討を行った。また、走査速度 は 100 mV·s<sup>-1</sup>に設定し、得られたサイクリッ クボルタモグラムを図 12 に示す。

図 12 中の黒線が何も添加していない blankの 浴中での測定結果であり、赤線が O<sup>2-</sup> 源とし て SiO<sub>2</sub>を 0.5 mol%添加することで浴中の O<sup>2-</sup> 濃度を増加させた結果である。この図より、 SiO<sub>2</sub>添加前後で浴中の O<sup>2-</sup> 濃度の増加に伴い



図 12 Fe<sub>1.40</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極の陽分極特性

1.9 V(*vs*. K<sup>+</sup>/K)付近からの酸化電流密度が増加した。

# Fe1.40Al2O4電極を用いた電解試験

上に示す様に、溶融 LiF-NaF-KF に SiO<sub>2</sub> を添 加した系で行った図 12 のサイクリックボル タモグラムの酸化電流密度の増加が確認され、 Fe<sub>1.40</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極上での酸素発生反応が示唆さ れた。そこで、作用極に Fe<sub>1.40</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極、対 極に Ni 板、参照極に Ni 線を用いて、50 mA で 1 h の定電流電解を行い Fe<sub>1.40</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極の 安定性を検討した。電解中の作用極の電位は  $4.2 \sim 4.4 \text{ V}(vs. \text{ K}^+/\text{K})$ 付近で推移していること が確認された。熱力学検討により算出したこ の電解浴中での理論酸素発生電位は  $1.96 \text{ V}(vs. \text{ K}^+/\text{K})$ であり、その電位よりも貴な電位である ことから、Fe<sub>1.40</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極上での O<sub>2</sub> 発生反応 が示唆された。

そこで、電解前後の電極の結晶構造を検討す るために電解前後の試料について XRD 分析 を行った。その結果を図 13 に示す。電解前後 試料の XRD 結果から、Fe<sub>1.40</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極の表面 構造の明らかな変化が観察された。そこで、 電解後の結晶構造の変化を詳細に検討した。 図 14 に電解後の Fe<sub>1.40</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極の XRD 分析 結果を示す。

図 14 より電解後でも FeAl<sub>2</sub>O<sub>4</sub> に帰属する回折 パターンは確認されたが、その他に Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub>、 Fe<sup>2+</sup>Fe<sup>3+</sup><sub>2</sub>O<sub>4</sub>、K<sub>2</sub>NaAlF<sub>6</sub> に帰属する不純物の回 折ピークが確認された。電極の重量は 1 h の 電解前後で、11.9318 g から 11.9141 g と変化し たが、重量減少量は 0.0177 g と非常に小さい 値であるため、電極自身の溶出は殆どなかっ たと考えられる。

以上より、Fe<sub>1.40</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極の電解による消耗 は見られなかったが電極表面の結晶構造の変 化が課題として挙げられる。



図 13 電解前後の Fe<sub>1.40</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極の XRD パターン



図 14 電解後の Fe<sub>1.40</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極の XRD 分析結果

<引用文献>

Malcolm W. Chase, Jr. (Ed.), NIST-JANAF Thermochemical Tables, 4<sup>th</sup> ed., part II (1998).

5.主な発表論文

[雑誌論文](計1件)

植田 将弘、<u>加藤 将樹、廣田 健</u>、「スピネ ル型(Fe,Mn)Al2O4 系フェライトのパルス通 電加圧焼結と物性評価」、粉体および粉末冶金、 査読有、Vol.61、No.4、2014、pp.171 - 178、 https://www.jstage.jst.go.jp/browse/jjspm/61/S1/\_ contents

[学会発表](計4件)

田伏 章浩、坂中 佳秀、<u>後藤 琢也、廣田</u> 健、溶融フッ化物中でのスピネル系酸化物電 極の陽極特性、第 47 回溶融塩化学討論会、 2015 年 10 月 29 日、神戸大学百年記念館六甲 ホール Akihiro TABUSHI, Shunichi KIMURA, Yoshihide SAKANAKA, Kazuki KOCHI, <u>Takuya</u> <u>GOTO</u>, <u>Ken HIROTA</u>, New Anode Materials in Molten Oxide Electrolytes for In-Situ Resource Utilization, ISPS2015, 02/05 September 2015, Ryukoku University (国際学会)

クエン酸ゲル法による *B*-サイト置換スピネ ル型ヘルシナイト Fe(Al<sub>1-x</sub>Mn<sub>x</sub>)<sub>2</sub>O<sub>4</sub>粉体の合成 と磁気特性、<u>加藤 将樹、廣田 健</u>、田口 秀樹、 粉体粉末冶金協会春平成 27年春季大会(第115 回講演大会)、2015 年 5 月 27 日、早稲田大学

田伏 章浩、坂中 佳秀、<u>後藤 琢也、廣田 健</u>、 <u>加藤 将樹</u>、溶融フッ化物中におけ Fe<sub>1+δ</sub>Al<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 電極の陽極特性、第 82 回電気化学会、2015 年 3 月 15 日、横浜国立大学

[図書](計0件)

[産業財産権] 出願状況(計1件) 名称:磁性材料およびその製造方法 発明者:<u>廣田健</u>、<u>加藤将樹</u>、他 権利者:同志社大学、他 種類:特許 番号:PCT/JP2016/000433 出願年月日:平成28年1月28日 国内外の別:国内とpct

取得状況 (計0件)

[その他] ホームページ等

- 6.研究組織
  (1))研究代表者 廣田健(HIROTA, Ken)
  同志社大学・理工学部・教授 研究者番号:30238414
- (2)研究分担者
   加藤 将樹(KATO, Masaki)
   同志社大学・理工学部・教授
   研究者番号:90271006

後藤 琢也 (GOTO, Takuya) 同志社大学・理工学部・教授 研究者番号:60296754