### 科学研究費助成事業

研究成果報告書

科研費

平成 27 年 5月 30 日現在

機関番号: 32619 研究種目: 挑戦的萌芽研究 研究期間: 2013~2014 課題番号: 25630340 研究課題名(和文)マグネシウム二次電池材料の創製

研究課題名(英文)Fabrication of materials for magnesium secondary battery

研究代表者

石崎 貴裕 (ISHIZAKI, Takahiro)

芝浦工業大学・工学部・准教授

研究者番号:50397486

交付決定額(研究期間全体):(直接経費) 3,000,000円

研究成果の概要(和文):本研究では,NaCI-KCIフラックス法あるいは硝酸系フラックスコーティング法による正極材 のMgCo204(MCO)あるいはMgFe204(MFO)結晶の合成技術を確立した。また,これらの結晶をマグネシウムイオン電池 (MIB)の正極材に用いてMIBを構築し,室温にてその電池性能を評価した。MIBの構築には,負極にMg箔,電解質にはM g(CI04)2を溶解させたアセトニトリル溶液を用いた。いずれの正極材を用いても,充電は可能であったが,放電するこ とはできなかった。

研究成果の概要(英文): In this study, MgCo204 or MgFe204 crystal was successfully synthesized by nitrate-flux coating method or NaCl-KCl flux method. The coin-type cells to use as a magnesium ion battery (MIB) were assembled using the MgCo204 or MgFe204 crystals as a cathode, Mg foil as an anode, and 1 M Mg(Cl04)2 in acetonitrile solution as an electrolyte. The charge-discharge property of the fabricated MIB cells were investigated. The MIB cell showed conventional charge property. On the other hand, the MIB cell did not enable to discharge.

研究分野:電池

キーワード: マグネシウム 二次電池 正極材料

1.研究開始当初の背景

現在,様々な分野において蓄電池が利用さ れているが,その長寿命化や高容量化が望ま れている。このような要求を満たす材料の候 補としてリチウムイオン二次電池 (Lithium Ion Battery: LIB) が挙げられ,その研究開 発が盛んに行われている。正極活物質に LiCoO<sub>2</sub>(LCO)を用いた LIB は,理論的に は 190Ah/kg のエネルギー密度,4.2V の電圧 を出力することが可能であるが,資源的な問 題がある。リチウムはレアメタルの一つであ り,資源に乏しい我が国は,レアメタル・レ アアースの安定供給を確保することに努め る必要があるため,各国との友好な協力関係 を維持しつつも, それに反して価格高騰や政 治情勢に大きく左右されている現状である。 この産業構造から脱却するには,稀少資源に 頼らない先進的な技術革新を積極的に取り 組むことが極めて重要であり,ポストリチウ ムになるべく材料の開発が求められている。 この候補材料としてマグネシウムが挙げら れる。マグネシウムは資源が豊富であり、リ チウムと比較してコストも安い。また,マグ ネシウムイオンは2価であるため,1価のリ チウムイオン電池よりも大きい電流を出力 することができる。このため,マグネシウム イオン二次電池 (Magnesium Ion Battery: MIB)はポストリチウム二次電池として期待 できる材料である。MIB の電圧は正極材に用 いる結晶の価電子状態を高めることで LCO を正極材に用いた LIB と同等レベルにする ことが可能であり<sup>1)</sup>, そのエネルギー密度は LIB よりも高い。このため, MIB の創製に向 けた技術開発を行う必要がある。

#### 2.研究の目的

本研究では、フラックスコーティング法に よる正極材の MgCo2O4(MCO)あるいは MgFe2O4(MFO)結晶および固体電解質 (MgWO4結晶層等)材料の合成技術の確立 を行うとともに、電極/電解質界面の形成技術 に関する研究開発を行うことを目的とした。 また、これらの技術を活用することにより MIBを創製し、その電池の充放電性能を評価 した。

3.研究の方法

本研究では、(1)低温フラックスコーティング法やフラックス法による正極用の MgCo<sub>2</sub>O<sub>4</sub>結晶層および MgFe<sub>2</sub>O<sub>4</sub>結晶層の集 電体上への形成技術の確立、(2)低温フラ ックス法による固体電解質用の Mg<sub>3.5</sub>La<sub>3</sub>Zr<sub>2</sub>O<sub>12</sub>およびMgWO<sub>4</sub>結晶の形成技 術の開発(3)MIB 電池の構築と性能評価、 に関する研究開発を行った。(1)の MgCo<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 結晶層の作製では、結晶層を形成させるため に、Co-Al 系層状複水酸化物(Layered Double Hydroxide: LDH)を水熱合成法にて、 Al 基板上に直接形成させた。その後、Mg源 を含有させた溶液を所定濃度に調整し、液滴

フラックス法にて目的とする結晶層の育成 を行った。加熱処理温度や処理時間,液滴フ ラックスの濃度等の条件最適化を図った。こ の結晶層を正極に用いて電池を構築した。 MgFe2O4(MFO)結晶の育成では、NaCl-KCl フラックス法を用いた。加熱処理温度や処理 時間、MgとFe濃度比等の条件最適化を図っ た。作製した結晶を活物質に用い,導電助剤 とバインダーを混合させ,AI 電極上に塗布し, 電池の正極とした。固体電解質の結晶育成に は,NaCl-KCl フラックス法を用い,加熱処 理温度や処理時間等の最適化を行った。最終 的には, 正極に MgCo<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 結晶層あるいは MgFe2O4結晶(活物質)を用い,負極にMg 箔を用いて MIB 電池を構築し,その性能評 価を行った。

#### 4.研究成果

(1)低温フラックスコーティング法による
正極用の MgCo<sub>2</sub>O<sub>4</sub>結晶層および MgFe<sub>2</sub>O<sub>4</sub>結
晶層の集電体上への形成技術の確立

はじめに,MgCo<sub>2</sub>O<sub>4</sub>結晶層を基板上に直接 形成するための技術開発を行った。基板には Alを用いた。MgCo<sub>2</sub>O<sub>4</sub>結晶層をAl上に直接 形成するために,水熱合成法によりCo-Al系 LDHをAl基板上に結晶成長させた。Co-Al 系LDHを形成させた後に,フラックスを含 むMg源の液滴を滴下し加熱処理することで, Al基板上にMgCo<sub>2</sub>O<sub>4</sub>結晶層の作製を行った。

pH が(a) 7.58, (b) 7.98, (c) 8.48, (d) 8.98, (e) 9.73 の溶液に Al 基板を導入し 150 の電 気炉内に 5 時間保持した。全ての溶液におい て, 20 = 10, 34, 60 および 61°付近の位置 に明瞭な回折線が観察され,これらは,Co-Al 系の LDH ( $Co_{1-x}Al_x(OH)_2(NO_3)_n \cdot nH_2O$ )の 003,012,110,113 回折線に帰属できる<sup>2)</sup>。 また,pH = 8.48,8.98,9.73 の溶液で処理 したサンプルの場合には,20 = 22°付近に強 度の弱いピークが存在し,これは Co-Al 系の LDH の 006 回折線に帰属できる<sup>2)</sup>。これら のピークに加えて,20 = 38,44,65 および 78°付近に Al 基板に起因するピークも存在し た。この結果から,Co-Al 系 LDH を合成す



図1:1Mの硝酸マグネシウムを液滴に用い,異なる時間,温度の処理で作製した皮膜表面の外観写真

るのに適した pH は約8 であることがわかる。 pH=8 で合成した LDH 上に硝酸マグネシウ ムの液滴を滴下し,加熱処理を行った。図1 に,1M の硝酸マグネシウムを液滴に用い, 異なる処理時間,温度の加熱処理で作製した 皮膜表面の外観写真を示す。300 , 3h の条 件で作製した場合に,黒色の均一な皮膜が形 成された。一方,処理温度と時間の増加に伴 って白や灰色の剥離しやすい膜が表面に形 成されたことがわかる。作製した皮膜の結晶 性を調べるために,皮膜の XRD 測定を行っ た。図2に,1Mの硝酸マグネシウムを液滴 に用い,異なる処理時間,温度の加熱処理で 作製した皮膜表面の XRD パターンを示す。 いずれの条件で作製した皮膜も MgCo2O4 に 起因するピークが存在する。また,処理温度 や処理時間を増加させると, MgO に起因す るピークが出現した。この結果から,加熱処 理温度や時間を増加させると, MgO 層が皮 膜内に形成されることがわかる。これらの結 果から, MgCo<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 結晶層を形成するには, 300 が適切であると考えられる。処理温度 を 300 で,処理時間を 3,5h で作製したサ ンプルの組成を分析した結果,Mg:Co:Oの組 成比は, それぞれ 7.32:20.75:48.99, 9.55:20.21:52.37 となり,いずれも化学量論 組成よりも Co リッチな組成であった。 このサンプルを XPS 測定した結果, O1s の

スペクトルから MgCo<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 結晶に起因する結



図 2:1M の硝酸マグネシウムを液滴に用い,異なる時間,温度の処理で作製した皮膜の XRD パターン;(a) 600 ,7h,(b)600 ,5h,(c)600 ,3h,(d)450 , 7h,(e)450 ,5h,(f)450 ,3h,(g)300 ,7h,(h) 300 ,5h,(i)300 ,3h

合状態が観測された。これらの結果から,Al 基板上に MgCo<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 結晶層を形成することが できたと考えられる。

次に,フラックス法により,MgFe2O4結晶 の合成を行った。出発原料として, NaCl, KCl, FeCl<sub>3</sub>・6H<sub>2</sub>O, MgCl<sub>2</sub>・6H<sub>2</sub>O を用い た。MgとFe源の原料濃度比は1:1,2:1, 5:2 とし,溶質濃度は5~50mol%と変化させ た。また,処理温度は 700~900 として, 結晶育成を行った。図3にMg:Fe=1:1の 溶質濃度で合成したサンプルの XRD パター ンを示す。全ての温度条件で, Fe2O3の結晶 相が形成されていることがわかる。また、処 理温度が 800 以上になると, MgFe<sub>2</sub>O<sub>4</sub> と MgO の結晶が一部形成されている。これら のサンプルを EDX で分析した結果 Mg の原 子濃度は0~7at%であり、サンプル内に Mg がほとんど含まれていないことがわかった。 このため, Mg の濃度比を高くして結晶育成 を行った。図4にMg:Fe=2:1の溶質濃度 で合成したサンプルのXRDパターンを示す。



図 3: FeCl<sub>2</sub>: MgCl<sub>3</sub>=1:1のモル比で異なる処理温度

で合成したサンプルの XRD パターン

処理温度: (a) 700 , (b) 800 , (c) 900

全ての温度条件で, Fe2O3の結晶相が形成さ れていることがわかる。特に,700 で合成 した際には, Fe2O3の結晶相に起因するピー クが最も多く存在した。その他, MgO に起 因するピークも  $2\theta = 43$ °付近に観測された。 一方,処理温度が800 以上になると, MgFe<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 結晶が形成されるようになり, 900 になると,形成される結晶相のメイン は MgFe<sub>2</sub>O<sub>4</sub> になった。 Mg 源の濃度比を増加 させたことにより、MgFe2O4の結晶相が形成 されやすくなったと考えられる。これらの XRD パターンの結果から, MgFe2O4 結晶相 の形成メカニズムは以下のように考えられ 3<sup>3)</sup>  $MgCl_2 \cdot 6H_2O + FeCl_3 \cdot 6H_2O$  $Mg(OH)_2 +$ 

 $Fe(OH)_3 + 7H_2O + 5HCl$ 

 $Mg(OH)_2$   $MgO + H_2O$ 

 $\begin{array}{ll} 2Fe(OH)_3 & Fe_2O_3+3H_2O\\ MgO+Fe_2O_3 & MgFe_2O_4 \end{array}$ 



図 4: FeCl<sub>2</sub>: MgCl<sub>3</sub>=1:2のモル比で異なる処理温度

で合成したサンプルの XRD パターン

処理温度: (a) 700 , (b) 800 , (c) 900

各温度で作製したサンプルを EDX で分析 した結果,Mgの原子濃度は 8~25 at%程度 であり,Mg 源の濃度比を増加させたことに より,サンプル中の Mg 濃度が増加した。ま た,900 で作製したサンプルの組成比は Mg:Fe:O=13.99:26.22:59.80となり, MgFe<sub>2</sub>O<sub>4</sub>結晶の化学量論組成比(Mg:Fe:O =14.29:28.57:57.14)に近い値を示した。次 に,Mg:Fe=5:2の濃度比で結晶育成を行 った。図 5 に合成したサンプルの XRD パタ ーンを示す。全ての温度条件で,Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>の結 晶相が形成されていることがわかる。特に,



図 5 : FeCl<sub>2</sub> : MgCl<sub>3</sub> = 2 : 5 のモル比で異なる処理温度 で合成したサンプルの XRD パターン

700 で合成した際には, Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>の結晶相に 起因するピークが最も多く存在した。その他, MgO に起因するピークも 2 $\theta$  = 43°付近に観 測された。一方,処理温度が800 以上にな ると、MgFe2O4 結晶が形成されるようになり この傾向は Mg: Fe=2:1 の場合と同じであ った。処理温度を 900 にすると,形成され た主要な結晶相は MgFe2O4 になり, その他 Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>の結晶相に起因するピークも存在した。 各温度で作製したサンプルを EDX で分析し た結果、Mgの原子濃度は10~20 at%程度で あり, Mg 源の濃度比を増加させたことによ り,サンプル中の Mg 濃度が増加した。これ らの XRD パターンと EDX の結果から,溶質 濃度比が Mg: Fe = 2:1 の場合に,最も化学 量論組成に近い MgFe2O4 結晶を得られるこ とが分かった。

次に,溶質濃度比を Mg: Fe = 2:1,処理温 度を 900 にして,溶質濃度の違いが結晶性 に及ぼす影響を調査した。溶質濃度を 5~ 50mol%と変化させて,結晶育成を行った。 図 6 に得られたサンプルの XRD パターンを 示す。全ての条件において,合成したサンプ ルの主要な結晶相は MgFe<sub>2</sub>O<sub>4</sub> であることが わかる。また,20 および 30mol%で合成した 場合に,Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub> の結晶相に起因するピークが 存在した。さらに,50mol%の場合には,MgO の結晶相に起因するピークが観測された。こ の XRD パターンの結果から,単相の MgFe<sub>2</sub>O<sub>4</sub> 結晶を合成するための溶質濃度は, 5,10,40mol%が適していることがわかる。



図 6: FeCl<sub>2</sub>: MgCl<sub>3</sub> = 1:2, 処理温度 900 , 保持 時間 5 時間の合成条件で異なる溶質濃度を用いて合成 したサンプルの XRD パターン

溶質濃度: (a) 5mol%, (b) 10mol%, (c) 20mol%, (d) 30mol%, (e) 40mol%, (f) 50mol%

各溶質濃度で合成したサンプルの SEM 像 を図7に示す。溶質濃度に関わらず,自形の 発達した結晶が育成されている様子がわか る。このことより,フラックス法により,高 品質の結晶が育成可能であることがわかる。 溶質濃度により,結晶のサイズは異なるが, おおよそ1~5µm 程度であった。



図 7: FeCl<sub>2</sub>: MgCl<sub>3</sub> = 1:2,処理温度 900 ,保持 時間 5 時間の合成条件で異なる溶質濃度を用いて合成

したサンプルの SEM 像

溶質濃度: (a) 5mol%, (b) 10mol%, (c) 20mol%, (d)

 $30 \mathrm{mol}\%$  , (e)  $40 \mathrm{mol}\%$  , (f)  $50 \mathrm{mol}\%$ 

合成した結晶の組成比を EDX により分析 を行った。その結果を表 1 に示す。この組成 分析の結果から,MgFe2O4の化学量論組成に 近いのは 10 と 40mol%であることがわかる。 これらの結果から,単相の MgFe2O4 結晶を 合成するのに適した条件は,処理温度が 900 ,Mg と Fe の濃度比が 2:1,溶質濃度 が 10 と 40mol%であることを明らかにした。

表1:異なる溶質濃度で合成したサンプルの原子濃度

溶質濃度 原子濃度	5mol <b>%</b>	10mol <b>%</b>	20mol <b>%</b>	30mol <b>%</b>	40mol <b>%</b>	50mol <b>%</b>
Mg (at%)	4.31%	13.99 <b>%</b>	12.14 <b>%</b>	11.65 <b>%</b>	13.44 <b>%</b>	29.49 <b>%</b>
Fe (at%)	33.96 <b>%</b>	26.22 <b>%</b>	36.39 <b>%</b>	40.64%	32.85 <b>%</b>	22.88 <b>%</b>
0 (at%)	61.41 <b>%</b>	49.17 <b>%</b>	51.47 <b>%</b>	47.71 <b>%</b>	53.72 <b>%</b>	47.63 <b>%</b>

固体電解質用の結晶として,NaCl-KClフ ラックス法により,Mg<sub>3.5</sub>La<sub>3</sub>Zr<sub>2</sub>O<sub>12</sub> および MgWO<sub>4</sub> 結晶の育成を試みた。ここでは,溶 質 濃 度 (10 ~ 20mol%)と加熱温度 (700 ~ 900)を変数として結晶育成を行った。いず れの条件で合成しても,単相の Mg<sub>3.5</sub>La<sub>3</sub>Zr<sub>2</sub>O<sub>12</sub>およびMgWO<sub>4</sub>結晶を育成す ることはできなかった。また,合成した結晶 の導電率測定を電気化学インピーダンス法 により測定した結果,10<sup>10</sup>Scm<sup>-1</sup>以上のオー ダーとなり,極めて低い導電率であった。

最後に、本研究で合成に成功した MgCo2O4 と MgFe2O4 結晶を正極材に用いて MIB を構 築し,室温にてその電池性能を評価した。 MIB の構築には,負極に Mg 箔,電解質には Mg(ClO4)2 を溶解させたアセトニトリル溶液 を用いた。いずれの正極材を用いても,充電 は可能であったが,放電することはできなか った。この要因として,充電により結晶の格 子サイトに取り込まれたMgイオンが室温で は脱離できないことが考えられるが,その詳 細は今後の検討課題である。今後,高温での 充放電試験を行う必要があると考えられる。 また, $MgCo_2O_4$ 結晶を正極材に用いた場合,約 3.5 V vs. Mg に電位のプラトー領域が存在 した。一方, $MgFe_2O_4$ 結晶を正極材に用いた場合,約 2.0 V vs. Mg に電位のプラトー領域が存在 した。これらの結果から, $MgCo_2O_4$ 結晶を正極材として用いた方がより高い電 圧を取り出すことが可能であることを明ら かにした。

#### < 引用文献 >

- 1) Ichitsubo et al., J. Mater. Chem., 21, 11764-11772 (2011).
- 2) ICDD-PDF 01-070-2685.
- H. Liu, H. Liu, J. Electron. Mater., 43, 2553-2558 (2014).
- 5.主な発表論文等

(研究代表者,研究分担者及び連携研究者に は下線)

〔雑誌論文〕(計0件)

[学会発表](計4件)

(招待講演)<u>石崎貴裕</u>, ナノシートを利 用したマグネシウム合金への表面処理, 化学工学会第 4 回表面改質部会研究会 , 芝浦工業大学豊洲キャンパス,2014 年 12月16日 石森美穂,<u>石崎貴裕</u>,フラックス法によ るマグネシウムイオン二次電池用 MgFe2O4の合成と評価,第9回日本フラ ックス成長研究発表会,高知大学,2014 年12月10日 森貴洋, 石崎貴裕, Al-Co 系層状復水酸 化物を用いた MgCo2O4 結晶の Al 集電体 上への直接形成,第8回日本フラックス 成長研究発表会,芝浦工業大学豊洲キャ ンパス, 2013年12月10日 Takahiro Mori, Takahiro Ishizaki, Direct growth of MgCo<sub>2</sub>O<sub>4</sub> crystals on Al collector using Al-Co layered double hydroxide, International Conference on Surface Engineering (ICSE2013), Haeundae Grand Hotel, Busan, Republic of Korea, 2013 年 11 月 19 日

〔図書〕(計0件)

〔産業財産権〕 出願状況(計0件)

取得状況(計0件)

〔その他〕 特になし 6.研究組織
(1)研究代表者
石崎 貴裕 (ISHIZAKI, Takahiro)
芝浦工業大学・工学部・准教授
研究者番号: 50397486

## (2)研究分担者

なし ()

# (3)連携研究者

なし ()