J. Technology and Education, Vol.21, No.1, pp.33-37 (2014)

研究論文

錯体重合法からのリチウムー次電池用ニ酸化マンガンの合成

宮本 信明*, 蒲池 悠斗

有明工業高等専門学校物質工学科(〒836-8585 大牟田市東萩尾町150番地) *miyamoto@ariake-nct.ac.jp

Synthesis of Manganese Dioxide by the Polymerized-Complex Method for Lithium Primary Cells

Nobuaki MIYAMOTO^{*}, and Yuto KAMACHI

Department of Chemical Science and Engineering, Ariake National College of Technology (150, Higashihagio-machi, Omuta, Fukuoka 836-8585, Japan)

(Received March 26, 2014; Accepted May 1, 2014)

Abstract

Polymer gels were formed by the polymerized-complex method using manganese acetate, sodium acetate, citric acid, and ethylene glycol. Sodium manganese composite oxides were prepared from heating gels at 500°C. Manganese dioxides were obtained by the extraction of sodium ions from the composite oxides in nitric acid solution. It was confirmed from XRD patterns that the γ -MnO₂ phase was shown in a low molar ratio (Na/Mn ≤ 0.3) of sodium acetate to manganese acetate in starting materials, and the formation of the α -MnO₂ phase and the γ -MnO₂ phase was observed in a higher ratio. The particle size and specific surface area of the product were 0.1–1.0 µm and 250–270 m²g⁻¹, respectively. The discharge capacities of the products heated at 375°C as a cathode material in a lithium/ manganese oxide battery were 275–280 mAh g⁻¹, regardless of Na/Mn ratio. The discharge capacities of the product obtained by the sol-gel process using ethanol as a solvent. It was found that the product obtained by this process holds promise for use as a cathode material.

Key Words : Sol-Gel Process, Polymerized-Complex Method, Manganese Dioxide, Lithium Primary Cell

1. 緒言

代表的な電池材料である二酸化マンガンは、電解法で生産されている(電解二酸化マンガンまたは EMD:
Electrolytic Manganese Dioxide と呼ばれている).電解法以外の合成法の研究も行われている[1].

一方,金属酸化物の製造法であるゾルーゲル法には多く

の合成法がある. リチウム二次電池の正極活物質である LiMn₂O₄等の合成法として, プロピオン酸にマンガンーア セチルアセトン錯体と炭酸リチウムを溶解させる方法[2], グリコール酸を含む金属酢酸塩水溶液からの合成法[3], ポリアクリル酸[4]を用いる方法などが報告されている. これらの合成法では, キレート剤として有機酸を用いてい る. なかでも,金属錯体を重合して高分子ゲルを得る方法 は錯体重合法と呼ばれている. これらでは 100nm 以下の 極微粒子で,高い比表面積の生成物が得られている. 二酸 化マンガン合成のゾルーゲル法の例としてクエン酸を用 いる方法[5]があるが,リチウムー次電池用二酸化マンガ ンとしての電池性能については検討されていない.

すでに酢酸マンガンと酢酸ナトリウム及び酒石酸を用 いたゾルーゲル法[6]でナトリウムーマンガン酸化物を合 成し,さらに硝酸溶液を添加して二酸化マンガンを調製す ることにより,優れた電池性能のものが得られることを明 らかにした.この合成法は錯体重合法ではなく,またアル コールを溶媒として用いている.一般的に水溶液に比べて アルコールへの金属塩の溶解度は低い.そのため多量のア ルコールが溶媒として必要で,ゾルと乾燥ゲルとの体積差 が大きく,多量に合成するには不向きである.そこで溶媒 として水を用いる錯体重合法からの二酸化マンガンの調 製について検討した.この方法は,工程が簡単で,ゾルか らゲルにする熟成が不要で短時間に多量のゲルを合成す ることができる.

この研究では、得られた生成物を正極活物質として用い、 リチウムー二酸化マンガン一次電池を試作し、電池性能を 検討した.また、アルコール溶媒を用いたゾルーゲル法[6] からの生成物と物性を比較し、錯体重合法からの二酸化マ ンガンがリチウムー次電池用活物質として適しているか を明らかにした.

2. 実験

出発物質のマンガン塩とナトリウム塩には以前のゾル ーゲル法[6]と同じ,酢酸マンガン(II)四水和物と酢酸ナト リウムを使用した.キレート剤としてはクエン酸を,さら にエステル重合させるためにエチレングリコールを用い た.同じクエン酸を用いた Xiuling ら[5]の合成法との違い は,重合のためにエチレングリコールを用いたことと,ナ トリム化合物を添加したことである.酢酸マンガンに対す る酢酸ナトリウムのモル比(以後 Na/Mn 比と示す)を0.0, 0.3,0.5,0.7,1.0 とした混合物を水に溶解させ,両者の 合計モル数の2倍量としたクエン酸を攪拌下で添加した. さらにクエン酸と同じモル数のエチレングリコールを加 えた.次に200℃に加熱し,1時間攪拌することにより黄 色の透明ゲルが得られる.このゲルを500℃で5時間加熱 することによりナトリウムーマンガン酸化物が合成され る.得られた酸化物1gに対して4moldm⁻³の硝酸溶液20 cm³を共栓フラスコに添加し,80℃で一昼夜静置する(以 後酸処理と記す).その後,水洗し,80℃で乾燥した.リ チウム電池の正極活物質として用いるために375℃で3 時間加熱した.なお,今回の合成法(本法と記す)とアル コールを溶媒として用いた方法(前法)[6]によるものと の物性比較をするために,ゲルの加熱温度だけを400℃か ら本法と同じ500℃に変更し,前法による二酸化マンガン も調製した.

熱重量測定(TG)によりゲルの熱分解について検討した. 生成物の同定は X 線回折装置(XRD)を,粒子の形態観察には走査型電子顕微鏡(SEM)を用いた. なお, XRD ピークの帰属は ASTM カード[7]を利用した. 生成物の比表面積測定は窒素吸着による BET 法により,二酸化マンガン含有率は過マンガン酸滴定法で行った.

電池の作成及び試験法もすでに報告した方法[6]と同様, ボタン型リチウムー二酸化マンガン一次電池を想定し、正 極合剤には,活物質:25mg,グラファイト:4mg,アセチ レンブラック:4mg,テフロン粉末:6mgとした.これらを 円盤状に加圧成型したものをFig.1に示した試作電池に組 み込んだ.負極には金属リチウムを,電解液にはプロピ レンカーボネート(PC)とジメトキシエタン(DME)の体



Fig.1 The schematic view of the Cell.

積比1:1の混合溶媒に過塩素酸リチウム1 mol dm⁻³を溶 解した液を用いた. 電流密度を0.44 mA cm⁻²とし, 2.0 V までの放電容量を測定した.

3. 結果と考察

3.1 二酸化マンガンの特性

ゲルの加熱温度を決めるために、ゲルの TG 測定を行っ た. Fig.2 にクエン酸とエチレングリコールだけで合成し た樹脂と Na/Mn 比 0.5 で調製したゲルの TG 曲線を示す. 前者の樹脂は約 250°C から分解が始まり、約 350°Cで終了 する.後者のゲルは 180°C から分解が起こり、約 500°Cで 重量減少率はほぼ一定値になり、ゲルの分解反応は完結し ていると考えられる.これらの結果から、約 180°C で錯体 の分解が始まり、さらにゲルの骨格を形成している高分子 (樹脂)の分解反応が進み、350-500°C では後述するナト リウムーマンガン酸化物が生成すると考えられる. TG の 結果より、ゲルの加熱温度は 500°C とした.なお、ゲルの 分解温度は前法のものに比べて、100°C 以上高い値であっ た.



Fig.2 Thermogravimetric analysis for (a) the resin obtained from citric acid and ethylene glycol , (b) gel with Na/Mn ratio^{*} of 0.5. Heating rate: 10° C min⁻¹.

* The molar ratio of sodium acetate to manganese acetate

Fig.3 に出発物質中の Na/Mn 比を 0.0, 0.3, 0.7 として得 たゲルの加熱生成物の X線回折図を示す. Na/Mn 比 0.0(出 発物質として酢酸マンガンだけ)では, Mn₂O₃の回折ピー クだけが認められ、0.3 で Na₄Mn₁₄O₂₇ 9H₂O のピークが現 れる. Na/Mn 比の増加と共に Na₄Mn₁₄O₂₇ 9H₂O のピーク強 度は増し、Mn₂O₃のピークは減少し、0.7 で消失した.

前法では、Na/M 比 0.5 で Na_{0.70}MnO_{2.05}の回折ピークが 明確に認められるが、本法では 1.0 でもこのピークは確認 されなかった.本法の場合、ゲルの分解温度(約 500°C)と ほぼ同じ 500°C を加熱温度としたため、高い Na/Mn 原子 比のナトリウムーマンガン酸化物である Na_{0.70}MnO_{2.05}の 生成が困難になったと考えられる.ゾルーゲル法の違いに より、生成したゲルの分解温度が異なり、その結果同一温 度での加熱生成物に違いがあることが分かった.



Fig.3 X-ray diffraction patterns of the heated products with different Na/Mn ratios in starting materials.(a) Na/Mn=0.0, (b) Na/Mn=0.3, (c) Na/Mn=0.7.

 \bigcirc : Na₄Mn₁₄O₂₇ 9H₂O, \bigcirc : Mn₂O₃

次に酸処理物の X 線回折図を Fig.4 に示す. Na/Mn 比 0.0 からのものは, γ 型結晶の二酸化マンガンの回折ピー クが, 0.5 では新たに α 型二酸化マンガンのピークが認め られた. さらに Na/Mn 比が増加すると, α 型のピーク強 度は増大するが, 1.0 でも γ 型のピークは確認できる.本 法のものは前法のものと異なり,高い Na/Mn 比でも α 型 と γ 型の結晶が共存していると考えられる.

Na/Mn 比 0.0 からのものは、クエン酸を用いた Xiuling ら[5]のものと同様、γ型結晶の二酸化マンガンであった. 二酸化マンガン含有率の測定を行った結果、Na/Mn 比 0.0-0.5 での酸処理物が 90-93%であるのに対し, 1.0 でも 88%を示した. 一般に, α 型の二酸化マンガンは, γ 型結 晶のものに比べて結合水と Mn^{3+} イオンを多く含むため二 酸化マンガン含有率が低い[8].前記した XRDの結果より, Na/Mn 比の増加と共に α 型二酸化マンガンが生成するが, γ 型二酸化マンガンも共存しているため前法のものに比べ て α 型二酸化マンガンの生成は少ないと考えられる.その ため本法の二酸化マンガン含有率が前法のものに比べて 高い値を示したと推測した.



Fig.4 X-ray diffraction patterns of the products by acid treatment (4 mol dm⁻³ HNO₃ soln.) .

(a) Na/Mn=0.0, (b) Na/Mn=0.5, (c) Na/Mn=1.0.

 \bigcirc : γ -MnO₂, \bigcirc : α -MnO₂.

Numbers over the peaks are hkl values.

この酸処理では加熱生成物 $(Mn_2O_3 \pm cti Na_4Mn_{14}O_{27}$ 9H₂O) に含まれる Mn^{2+} 及び Mn^{3+} イオンが酸溶液に単に溶 出するだけでなく,固相内の Mn^{3+} イオンが (1) 式の不均 化反応[8]を起こし,新たに二酸化マンガン(Mn^{4+})が生成す ると考えられる.このことはFig.4で示すSEM写真で,酸 処理前後で粒子形状が大きく異なることからも推測され る.

 $2Mn^{3+} \rightarrow Mn^{2+} + Mn^{4+} \qquad (1)$

Fig.5 に出発物質中の Na/Mn 比 0.5 とした加熱生成物と その酸処理物の SEM 写真を示す. それぞれ小さな粒子ま たは結晶の集合体であることが観察された.本法の加熱生 成物(Fig.5-a)の粒子径(0.1-1.0 μm)は,前法のものに比べ て約2倍大きい.酸処理物(b)では不均化反応で生成した 二酸化マンガンと考えられる針状結晶が新たに観察された.



Fig.5 Scanning electron micrographs for (a)the heated product with Na/Mn ratio of 0.5 and (b) the product prepared by acid treatment of (a).

前法の酸処理物でも微細な針状結晶(幅0.5µm以下)が 粒子表面を覆っているのが SEM で観察されている.この ような針状結晶は Larcher ら[9]のリチウムマンガン酸化物 の不均化反応から得られた二酸化マンガンの SEM 写真並 びにクエン酸を用いた Xiuling ら[5]の生成物でも100nm以 下の針状結晶が観察されている.

本法の加熱生成物の比表面積は,前法のものに比べて粒 子径が大きいにもかかわらず 250-270 m² g⁻¹ と約 20%高い 値を示した.つまり,本法のものは前法のものに比べ多孔 質であると推測できる.そのため,酸処理での不均化反応 が効率よく進み,酸処理物に新たな針状結晶が観察された と考えられる.次に酸処理物の表面積を測定した結果,本 法では Na/Mn 比による生成物の表面積への明確な傾向は 認められず (260-280 m² g⁻¹),前法で得られる生成物より も 10%以上高い値を示した.

3.2 電池性能

生成物を正極活物質として用いたリチウム一次電池の 放電曲線を Fig.6 に示す.本法の生成物は, Na/Mn 比に影 響なく前法のものに比べて約 10%高い容量(275-280 mAh g⁻¹)を示した.この値は市販の電池用二酸化マンガンの値 [6]に比べても 30-40%高く,理論放電容量(約 300 mAh g⁻¹) に近い値である.また前法からのものは, Na/Mn 比の増加 とともに初期電圧が高くなり, 放電曲線は平坦部のない S 字曲線を描くことが認められている.本法では Na/Mn 比 にかかわらず, 2.80-2.75V で一定電圧を示している.前者 の放電曲線は α型二酸化マンガンについて,後者はγ型に ついて認められている[10].本法では前記した XRD の結 果より, Na/Mn 比が増加してもγ型結晶が明確に認められ るために, Na/Mn 比 0.0-1.0 でほぼ同じ放電曲線を示した と考えられる.



Fig.6 Discharge curves (0.44mA cm⁻²) for the products prepared at different ratios of Na/Mn in starting materials. Electrolyte: 1 mol dm⁻³ LiClO₄/ PC+DME (1/1 by volume). (a) Na/Mn=0.0, (b) Na/Mn=0.5, (c) Na/Mn=1.0.

前法のものに比べて二酸化マンガン含有率と比表面積 が高く,電池性能に優れているγ型結晶を有しているため に大きな放電容量を示したと考えられる.

以上の結果より錯体重合法は,前法[6]のアルコールを 用いたゾルーゲル法に比べて高い放電容量を示す二酸化 マンガンが簡便に短時間で得られることより,優れた合成 法であると考えられる.

引用文献

[1] 熊谷直昭,余愛水,ソフトケミストリーで合成される 正極活物質,電気化学, vol.65, No.10, pp.809-813 (1997). [2] L. Hernan, J. Morales, L. Sanchez, and J. Santos, Electrochemical properties of defective $\text{Li}_1\text{-x}\text{Mn}_{2^-\delta}\text{-}_{\delta}\text{O}_4$ spinals prepared by a sol-gel method used as cathodes in lithium cells, *Solid State Ionics*, vol.104, pp.205- 213 (1997).

[3] Y-K. Sun, Synthesis and electrochemical studies of spinal Li_{1.03}Mn₂O₄ cathode materials prepared by a sol-gel method for lithium secondary batteries, *Solid State Ionics*, vol.100, pp.115-125 (1997).

[4] Y-K. Sun, I-H. Oh, and K. Y. Kim, Synthesis of spinal LiMn₂O₄ by the sol-gel method for a cathode active material in lithium secondary batteries, *Ind. Eng. Chem. Res.*, vol.36, pp.4839-4846 (1997).

[5] W. Xiuling, Y. Anbao, and W. Yuqin, Supercapacitive behaviors and their temperature dependence of sol-gel synthesized nanostructured manganese dioxide in lithium hydroxide electrolyte, *J. Power Sources*, vol.172, pp.1007-1011 (2007).

[6] 宮本信明,北原里美,松藤誉梨子,森田玲子,ゾルー ゲル法によるリチウムー次電池用二酸化マンガンの合成, *Electrochemistry*, vol.68, No.2, pp.95-97 (2000).

[7] L. G. Berry, Powder diffraction file, Joint committee on powder diffraction standards (1972).

[8] H. Abbas and S.A. Nasser, Hydroxyl as a defect of the manganese dioxide lattice and its applications to the dry battery, *J. Power Sources*, vol.58, pp.15 -21 (1996).

[9] D. Larcher, P. Courjal, R. Herrera Urbina, B. Gerand, A. Blyr, A. du Pasquier, and J-M. Tarascon, Synthesis of MnO_2 phases from $LiMn_2O_4$ in aqueous acidic media, *J.Elec. chem. Soc.*, vol 145, No.10, pp.3392-3400 (1998).

[10] M. M. Thackeray, Manganese oxides for lithium batteries, *Prog. Solid State Chem.*, vol.25, pp.36-39 (1997).