합성 방법에 따른 Li₂MnSiO₄/C 다중음이온 양극활물질의 구조 및 전기화학적 성질

이영림* · 정영민** · 송민섭** · 주재백* · 조원일** [†]

*홍익대학교 화학공학과, **한국과학기술연구원 2차전지센터 (2011년 3월 4일 접수, 2011년 6월 13일 수정, 2011년 6월 15일 채택)

Characterization on the electrochemical and structural properties of polyanion cathode material Li₂MnSiO₄/C depending on the synthesis process

Young-Lim Lee*, Youngmin Chung**, Min Seob Song**, Jeh-Beck Ju*, and Won II Cho**[†]

*Department of Chemical Engineering, Hongik University *Advanced Battery Center, Korea Institute of Science and Technology (Received 4 March 2011, Revised 13 June 2011, Accepted 15 June 2011)

요 약

다중음이온 양극활물질인 Li₂MnSiO₄/C을 액상법과 고상법으로 각각 합성한 후 탄소로 그 표면을 코팅하여 구조 및 전기화학적인 특성을 비교하였다. XRD 측정에서 Li₂MnSiO₄/C의 피크를 잘 나타내었으나 고상법에서 제조한 시편의 경우 약간의 불순물이 있음을 확인하였다. FE-SEM, HR-TEM 측정을 통해 액상법에 의한 시편 은 수십 나노 크기의 입자로 구성된 반면 고상법에 의한 것은 500-600 nm로 합성된 것을 확인 하였다. 전기화 학적 측정에서는 액상법으로 합성한 Li₂MnSiO₄/C가 고상법으로 한 것 보다 우수한 특성을 모습을 보였는데, 액상법에 의한 시료의 초기 충전 용량은 235 mAh/g, 초기 방전 용량은 189 mAh/g을 각각 나타 내어 고상법에 의한 시료 보다 나은 초기 충방전 용량을 나타냈다. 그러나 사이클 특성은 저조하였으며 10사이클 후에 62%의 용량 잔존율을 보였다.

주요어 : 리튬망간실리케이트, 리튬이온전지, 양극활물질, 고상법, 액상법

Abstract — Li₂MnSiO₄/C was synthesized by solid state reaction and solution synthesis with sucrose for carbon source. The X-ray diffraction patterns of solid state reaction indicates small amount of impurities. By FE-SEM and HR-TEM, solution synthesis comprised several tens of nanometer comparing to 500-600 nm of Li₂MnSiO₄/C prepared by solid state reaction. The Li₂MnSiO₄/C prepared by solution synthesis show better electrochemical performance than solid state reaction. The first charge-discharge capacity are 236, 189 mAh/g respectively by solution synthesis. But its cycle performance was poor as yet and its capacity retention was 62% after 10 cycles.

Key words : Lithium manganese silicate, Lithium-ion battery, cathode, solid state reaction, solution synthesis

1. 서 론

모바일 통신 및 장비의 발달에 따라 전원 공급원인

리튬이차전지의 수요가 증가하고 있고 플러그인 하이 브리드 자동차(Plug-in hybrid electric vehicles; PHEV), 전기자동차(Electric vehicles; EV)와 대용량 전기저장 장치(Electric energy storage)의 발달은 대용량 리튬이 차전지의 개발을 필요로 한다. 하지만 현재 사용되고 있 는 양극 활물질은 LiCoO₂, LiMnO₂, LiNi_{1/3}Co_{1/3}Mn_{1/2}O₂,

[†]To whom corresponding should be addressed. Advanced Battery Center, Korea Institute of Science and Technology, Wolgok 2(i)-dong, Seongbuk-gu, Seoul, 136-791, KOREA Tel: 02-958-5223; E-mail: wonic@kist.re.kr

LiFePO4 등이 사용되고 있지만 안정성과 에너지 밀 도가 충분하지 않아 PHEV나 EV로 적용되기에는 부 족하다 [1-3]. 이에 따라 고용량, 저가, 안정성 높은 양극활물질 개발에 연구의 초점이 맞춰져 있다.

최근 리튞전이금속 오르소실리케이트(Lithium transition metal orthosilicate) 7/7 (Li2MSiO4, M=Fe, Co, Mn, Ni, etc.) 잠재적인 리튬이온전지 양극재료로 주 목 받고 있다 [4,5]. Li2MSiO4는 한 단위 유닛 당 두 개의 리튬이온이 작용하며 포스페이트(phospate)계 보다 더 높은 이론 용량을(300 mAhg 이상) 나타낸 다. Li2MnSiO4과 Li2FeSiO4는 오르소실리케이트의 중요한 그룹이다. Li₂FeSiO₄는 Fe²⁺/Fe³⁺오직 하나의 산화-환원 쌍(redox couple)이 작용하고, Li₂MnSiO₄ 는 Mn²⁺/Mn³⁺와 Mn³⁺/Mn⁴⁺의 두 개의 산화-환원 쌍 이 있어 두 개의 전자는 충/방전 과정 중 삽입-탈리 과정에서 작용되어 Li2MnSiO4의 이론 용량이 Li2FeSiO4 의 이론 용량 보다 두 배가 많게 된다. Mn²⁺/Mn³⁺와 Mn³⁺/Mn⁴⁺로 산화된 전이 금속 쌍은 ~4.8V의 고전 압 출력을 제공 할 수 있다 [6]. 하지만 이 물질은 충 전 상태에서 산소를 격자 내에서부터 배출 할 수 있 고 초 충방전 이후 구조 붕괴와 함께 가역 가능한 리 튬이 줄어 사이클 특정이 낮아지는 단점이 있다. 그 래서 Li₂MnSiO₄ 양극활물질의 단점을 보완 할 수 있 는 합성법의 개발이 필요하다.

본 연구에서는 Li₂MnSiO₄ 양극활물질을 합성하는데 있어서 대표적인 합성법인 고상법(solid state reaction) 과 액상법(solution synthesis)으로 각각 합성 하고 탄 소 코팅을 위해 sucrose를 첨가 하였으며, 각 합성 방 법에 따른 Li₂MnSiO₄/C의 구조, 형상, 전기화학적 특 성을 비교하는 연구를 진행함으로서 Li₂MnSiO₄/C의 제조에서 더 적합한 합성 방법을 찾고자 하였다.

2. 실험 방법

전체적인 Li₂MnSiO₄/C의 고상법과 액상법을 통한 제조 과정을 Fig. 1에 각각 나타내었다.

2-1. 고상법을 통한 Li₂MnSiO₄/C의 합성

고상법으로 합성하는 Li₂MnSiO₄/C는 SiO₂(Alfa Aesar 99.9%), Li₂MnO₃와 9 wt.% sucrose를 planetary mill(FRITSCH Pulverisette 5)로 300 rpm 3시간 동 안 볼과 분말의 무게비를 20:1로 하여 기계적 합성을 하였으며, 이를 다시 550°C, 10시간 동안 Ar+5% H₂



Fig. 1. Synthesis process of Li₂MnSiO₄/C (a) Solid state reaction and (b) Solution synthesis.

분위기로 합성하였다. Li₂MnO₃는 Li₂CO₃(Sigma Aldrich 99+%)와 Mn₂O₃(Sigma Aldrich 99+%)를 동일한 볼 밀을 사용하여 250rpm 2시간 동안 합성한 후 600℃, 8시간 air 분위기에서 반응 시켜 Li₂MnSiO₄/C를 얻 었다.

2-2. 액상법을 통한 Li2MnSiO4/C의 합성

액상법으로 합성하는 Li₂MnSiO₄/C는 LiAc·2H₂O (Sigma Aldrich 99+%), Mn(Ac)₂·2H₂O(Aldrich 99+%) 과 Si(OC₂H₅)₄를 에탄올에 녹인 뒤 80℃에서 24시간 동안 마그네틱 교반기에서 반응 시킨 후 90℃ 오븐에 서 건조 하였다. 건조된 전구체를 sucrose, 아세톤과 함께 planetary mill로 300rpm 2시간 반응 시킨 뒤, 건 조된 분말을 600℃, 10시간 동안 N₂+5% H₂ 분위기 로 합성하였다.

2-3. Li₂MnSiO₄/C 특성 분석

고상법과 액상법을 통해 얻어진 Li₂MnSiO₄/C를 각 각 X-선 회절 분석(X-ray Diffraction; XRD, Rigaku D/max- II A)을 Cu Ka선을 이용하여 10~70° 범위로 측정하여 시료의 결정성과 결정 구조를 확인하였고, 입자의 형상이나 분포 형태를 확인하기 위해 주사전 자현미경(Field Emission Scanning Electron Microscopy; FE-SEM, Nova NanoSEM200)을 사용하여 확인하 였다.

각 방법으로 합성된 Li2MnSiO4/C의 전기화학적 특

성을 분석하기 위하여 극판 제작을 양극활물질, 도전재 (Denka black), 결합제(폴리비닐플루오라이드, PVDF) 를 85:10:5 중량비로 NMP(노르말-메틸 폴리이돈)를 용매로 혼합하여 알루미늄 호일에 도포하고 80℃에 서 3시간 건조 후 압연 후 진공 오븐 80℃에서 10시 간 건조 하였다. 측정할 전지는 CR-2032 코인셀 형 태로 음극으로 리튬, 분리막을 다공성 폴리프로필렌 (Celgard 2500)으로 사용하고, 전해액은 에틸렌카보네 이트(EC), 디에틸렌카보네이트(DMC), 에틸메틸카보 네이트(EMC)를 부피비로 1:1:1로, 리튬염을 LiPF6 1M 첨가한 것을 사용하여 드라이룸에서 전지를 제작 하였다. 전기화학적 특성은 10사이클 충방전을 2.0~ 4.8 V, 0.05C에서 측정하였고 순환전압전류곡선(Cyclic Votammetry; CV)를 0.1 mV/s의 전위 주사속도로 측 정하였다.

3. 결과 및 고찰

3-1. 고상법과 액상법으로 만들어진 Li₂MnSiO₄/C의 구조 및 형상 분석

고상법과 액상법으로 합성된 Li₂MnSiO₄/C의 결정 구조를 확인해 보기 위해 XRD를 측정하였다(Fig. 2). Fig. 2(b)는 액상법으로 합성한 구조를 나타내는데 사 방정계(Orthorhombic) 형태의 Pmn21 공간군에 속함 을 알 수 있다. 주요 피크인 (010), (011), (111), (210), (002)에서 고상법으로 합성한 것(Fig. 2(a)) 보다 갈 라짐이 뚜렷하고 불순물 피크가 크게 줄어듦을 확인 할 수 있었다. 하지만 고상법으로 합성한 경우 MnO 와 Li₂SiO₃ 불순물이 존재했다. Tarte와 Cahay에 의 하면 Li₂MnSiO₄는 결정구조가 같은(Li_{2(4b)}Li_(2a))PO₄ 삼리튬 포스페이트계에서 $[PO4]^{3-}$ 내에 Mn^{2+} 이온이 존재하는 것처럼 사면체(tetrahedral)의 $[SiO4]^{4-}$ 내에 Mn^{2+} 이온이 위치하고, 남아있는 리튬이온은 Mn과 Si 의 사면체 빈 공간에 위치하게 된다 [7]. 액상법으로 합성된 시료는 고상법에 의한 것 보다 순도가 높은 상을 가지는데 이는 도메인(domain)의 안정성으로 인해 불순물 상이 형성되기 어려움을 알 수 있다. Li_2MnSiO_4 는 다음과 같은 과정으로 분해가 부분적으 로 일어나 $Li_2MnSiO_4 \rightarrow Li_2SiO_3 + MnO+ Li_2MnSiO_4$ $\rightarrow 1/2 Li_4SiO_4 + 1/2 Mn_2SiO_4$ 의 반응을 일으킬 수 있는 것으로 알려졌다 [8].

Fig. 3에 고상법과 액상법으로 각각 합성된 Li₂MnSiO₄/C 의 FE-SEM 이미지를 나타낸다. 액상법으로 합성한 경우(Fig. 3(b)) 나노크기(10~20 nm)의 입자들이 모여 덩어리 형태로 관찰되어 고상법(Fig. 3(a))에서 500~ 600 nm 크기의 비교적 큰 입자들로 형성된 것과 대



Fig. 2. XRD profiles of Li₂MnSiO₄/C (a) Solid state reaction powder and (b) Solution synthesis powder.



Fig. 3. FE-SEM images of Li₂MnSiO₄/C (a) Solid state reaction powder and (b) Solution synthesis powder.

조된 모습을 보였다. 액상법의 경우 이론적 용량을 달성하기에 적합한 형상이라 볼 수 있는데 도전재로 쓰이는 Denka black이 작은 입자 표면에 고르게 달 라붙어 전기적 활성을 잘 띄게 할 수 있게 하기 때문 이다. 커다란 입자를 갖는 고상법에 의한 시료의 경 우 도전재가 잘 분산되어도 리튬의 탈삽입이 비교적 길어지게 되어 충분한 용량 확보가 어려우며, 불순물 상으로 인한 용량감소와 수명특성 저조가 예상 된다.

3-2. 고상법과 액상법으로 만들어진 Li₂MnSiO₄/C의 전기화학적 특성 분석

양극활물질인 Li2MnSiO4/C를 고상법과 액상법으 로 합성한 시료의 전기화학적인 특성을 CV 곡선을 구 하여 알아보았으며, 액상법으로 합성한 경우(Fig. 4(b)) 한 쌍의 산화 환원 피크가 나타나고 두 산화 환원 피 크 사이의 전압 차이가 고상법으로 했을 때 보다 좁 은 것을 알 수 있다. 산화 환원이 일어나는 피크가 가 깝다는 것은 비슷한 전압 범위에서 산화-환원이 일어 나는 것을 의미하며, 가역성이 좋은 것으로 예상할 수 있으나 피크의 면적 차이가 커서 산화-환원, 즉 리 튬의 탈삽입에 따른 가역성이 저조할 것으로 판단되 었다. 비슷한 전압에서 산화-환원이 일어났을 때 더 안정한 구조를 이루게 된다. 그리고 액상법에서의 피 크가 고상법 보다 더 뾰족한 형태를 이루어 넓고 완 만한 피크를 가지는 고상법과 대조가 된다. 데이터를 나타내지는 않았지만 첫 사이클 이후 계속 된 CV 시 험에서, 두 시료 모두 산화 환원 피크가 사라짐을 확 인했다. 산화-환원 피크의 분리적인 측면에서 전기화



Fig. 4. Cyclic voltammetry profile of Li₂MnSiO₄/C. (a) Solid state reaction electrode and (b) Solution synthesis electrode.

학적 구별은 전극 물질의 가역성을 나타내는데 넓고 큰 분리는 적은 가역성을 나타낸다. 액상법의 경우 첫 번째 사이클에서 좁은 형태의 피크가 나타나긴 했 으나 두 번째 사이클부터 넓은 형태의 피크가 나왔고, 고상법은 처음부터 넓은형태의 피크가 나왔다. 이와 같은 결과를 토대로 고상법은 넓고 크게 분리된 산화 -환원 피크를 나타내었고 액상법 보다 낮은 전기화학 적 특성을 나타내었다. 이러한 현상은 Koklj가 보고 한 Li₂MnSiO₄/C 구조가 비결정(amorphizing)에 기인 하는 것이다 [9].

두 합성법으로 합성된 Li2MnSiO4/C 양극 활물질 의 초기 충전과 방전 과정에서 나타나는 비가역 용량 을 측정하기 위해 2.0~4.8 V까지 상온에서 0.05C-rate 로 충방전 용량을 측정하였다. Fig. 5에 두 시편의 최 초 충전 및 방전 곡선을 나타냈다. 두 합성법 모두 충 전 용량보다 방전 용량이 비가역적임을 알 수 있으며, 이는 CV 측정에서 예측한 결과와 유사하다. 액상법 으로 합성한(Fig. 5(b)) 경우 초 충전 용량이 236 mAh/g 방전이 180 mAh/g으로 나타났으며(최초 충전 대비 최초 방전 용량 -23%) 고상법은(Fig. (a)) 최초 충전 180 mAh/g 방전 108 mAh/g(최초 충전 대비 최초 방전 용량 -40%)으로 각각 나타났다. 액상법으로의 합 성이 이론용량 333 mAh/g에 가까운 Li₂MnSiO₄/C를 만들어 내는 합성법이라 볼 수 있으며 액상법에 의한 시료가 작은 입자 크기를 갖고, 탄소 분포 및 도전재 와의 접촉이 더 유리하여 용량 발현에 좋은 결과를 나타 낸 것으로 사료된다. 작은 크기의 입자는 sucrose 표면 코팅을 더 많은 곳에 분포 할 수 있게 하고 도전



Fig. 5. The first charge-discharge profile of Li₂MnSiO₄/C. (a) Solid state reaction electrode and (b) Solution synthesis electrode.



Fig. 6. Outline of Li₂MnSiO₄/C and conductor dispersion (a) Solution synthesis electrode and (b) Solid state reaction electrode.



Fig. 7. Cycle performance of Li₂MnSiO₄/C. (a) Solid state reaction electrode and (b) Solution synthesis electrode.
(a) and (b) are charge capacity. (a)' and (b)' are discharge capacity.

재인 Denka black도(Fig. 6) 액상법일 때 상대적으로 고상법일 때보다 잘될 수 있는데 이는 큰 덩어리를 이루는 고상법이 액상법보다 도전제와 접촉할 수 있 는 면적이 더 적기 때문이다.

Fig. 7은 고상법과 액상법으로 각각 합성한 시료의 충방전 사이클 진행에 따른 용량변화를 나타낸 것이 다. 액상법 합성(Fig.7(b))의 방전 용량은 189 mAh/g 에서 10사이클 후 118 mAh/g으로 급격히 감소하였 고 10사이클 후 용량 보존율은 62%였다. 고상법에서 는 10사이클 후 용량 보존이 69%를 보여 액상법보다 높은 수치를 보였다. 고상법으로 합성한 것이 조금 더 높은 용량 보존율을 가지고 있다 하더라도 10사이 클 내내 액상법이 고상법 보다 높은 용량을 나타내고 있다. 사이클이 지날수록 Li₂MnSiO₄/C 산화 과정(Oxidation)에서 첫 번째 사이클과 같은 평탄구간(Plateau) 이 나타나지 않음을 보였고 이는 첫 번째 사이클 동 안 구조의 일정부분이 재배열되었음을 의미하며, 구 조의 비결정화 때문인 것으로 사료된다.

4. 결 론

Li₂MnSiO₄/C 조성의 양극 활물질을 고상법과 액 상법으로 각각 합성하였다. 탄소원은 설탕계의 sucrose 를 사용하였다. XRD 관찰 결과 액상법으로 했을 때 MnO와 Li₂SiO₃ 불순물이 고상법보다 적게 관찰 되 었고 작은 크기의 입자와 사방정계 상이 관찰되었다. SEM 관찰을 통하여 고상법으로 제조한 것은 500 nm 크기의 덩어리로, 액상법으로 제조한 시료는 수십 nm 의 작은 입자들이 모여 덩어리를 이루고 있음을 확인 하였다.

전기화학 실험에서 순환전압전류법 측정결과 액상 법 시료에서 고상법 시료보다 더 뾰족한 형태의 피크 가 나타남을 보았고 산화-환원 피크 간 전압 간격도 좁은 것을 볼 수 있었다. 첫 사이클 충방전에서 액상 법 충전에서 236 mAh/g 방전은 180 mAh/g으로, 고 상법은 충전 180 mAh/g 방전 108 mAh/g으로 각각 나타나서, 액상법 시료가 더 큰 충방전 용량을 가졌으 며 10사이클 후 용량 측정에서 액상법 시료는 62%, 고상법 시료는 69%의 용량 보존을 보여 고상법이 더 좋은 용량 보존함을 나타냈다.

감사의 글

본 연구는 2008년도 지식경제부의 재원으로 한국 에너지 기술평가원(KETEP 2008EEL 11P0800002009) 의 지원을 받아 수행한 연구 과제입니다.

참고문헌

- Shi, X. X.; Wang, C. W.; Ma, X. L.; Sun, J. T. Synthesis and electrochemical properties of LiNi_{0.9}Co_{0.1}O₂ cathode material for lithium secondary battery, Mater. Chem. Phys., 2009, 113, 780.
- Deng, C.; Zhang, S.; Fu, B.L.; Yang, S. Y.; Ma, L. Chracterization of Li₂MnSiO₄ and Li₂FeSiO₄ cathod materials synthesized via a citric acid assisted sol-gel mehod, Mater. Chem. Phys., 2010, 120, 14.
- Park, S. H.; Yoon, C. S.; Kang, S. G.; Kim, H. S.; Moon, S. I.; Sun, Y. K. Synthesis and structural characterization of layered Li[Ni_{1/3}Co_{1/3}Mn_{1/3}] O₂

cathode materials by ultrasonic spray pyrolysis method, Elctrochem. Acta, 2005, 152, A1434.

- Nyten, A.; Abouimrane. A.; Armand, M.; Gustafsson, T.; Thomas, J. O. Electrochemical performance of Li₂FeSiO₄ as a new Li-battery cathode material, Electrochem. Commun, 2005, 7, 156.
- Zaghib, K.; Ait Salah, A; Ravet, N.; Mauger, A.; Gendron, F.; Julien, C.M. Structural, magnetic and electrochemical properties of lithium iron orthosilicate, J. Power Source, 2006, 160, 1381.
- Manthiram, A.; Goodenough, J. B. Lithium insertion into Fe2(MO4)3 frameworks: Comparison of M = W with M = Mo*1 J. Solid state chem., 1987, 71, 349.
- Tarte, P; Cahay, R. C. R. Acad. Sci. Paris, 1970, C271, 777.
- Llias, B; Abouimrane, A.; Amine, K. J. Structural and Electrochemical Characterization of Li₂MnSiO₄ Cathode material Phys. Chem. C, 2009, 113, 20733.
- Kokalj, A.; Dominko, R.; Gaberscek, M.; Jamnik, Li₂MnSiO₄ as a potential Li-battery cathode material, J.; J. Power Sources, 2007, 174, 457.