# オペランド XAFS 測定を用いた リチウム空気電池正極触媒の構造変化の追跡と解析 Tracking Structural Changes of MnO<sub>2</sub> Catalyst for Lithium–Air Battery by *Operando* XAFS Measurement and Analysis 内藤遥, 畠山義清\*, 白石壮志 群馬大学大学院理工学府 〒376-8515 群馬県桐生市天神町 1-5-1 Haruka NAITO, Yoshikiyo HATAKEYAMA and Soshi SIRAISHI Gunma University, 1-5-1 Tenjin-cho, Kiryu, Gunma 376-8515, Japan

# 1 <u>はじめに</u>

リチウム空気電池(Lithium–Air Battery: LAB)は、負 極に金属リチウム、正極に多孔質炭素を用いる蓄電 池である。リチウムイオン電池を凌駕する容量を有 し、次世代の蓄電池として注目されている。LABの 放充電反応の模式図を図1に示した。



放電時に金属リチウムが溶解し、空気極上で酸素 とリチウムイオンが反応することで、Li<sub>2</sub>O<sub>2</sub>が析出 する。このLi<sub>2</sub>O<sub>2</sub>が絶縁性かつ電解液に不溶であり、 酸素の拡散阻害が生じる。また4V以上に達する高 い充電電圧が電解液の分解を引き起こし、蓄電池と しての機能を失ってしまう。このような問題から LABは実用化に至っていない。

実用化に向け、様々な触媒を用いた研究が報告されている。特に金属酸化物触媒では、MnO<sub>2</sub>を担持させた単層カーボンナノチューブ(SWCNT)が正極として優れた性能を示すことが確認されている[1]。しかし、放充電反応において MnO<sub>2</sub> がどのように機能しているか明らかではない。また電気化学キャパシタの分野では Fe ドープによる MnO<sub>2</sub>の導電性改善が報告されている[2]。そこで本研究では MnO<sub>2</sub> およびFe ドープ MnO<sub>2</sub>を担持した SWCNT 電極を調製して機能評価を行い、放充電中の Mn の電子状態と構造変化を XAFS により追跡した。

#### 2 実験

水に超音波分散した SWCNT 溶液に KMnO<sub>4</sub> と FeSO<sub>4</sub>・7H<sub>2</sub>O を添加しよく混ぜた。この混合溶液を 反応容器に入れ 165 ℃ で 2 時間 30 分水熱合成させ た。合成できた MnO<sub>2</sub>、Fe ドープ MnO<sub>2</sub> が担持され た SWCNT 溶液を吸引ろ過してシート状にした。こ のシートを直径 15.5 mm の円盤状に打ち抜き電極と した。

作製した電極をアルゴングローブボックス内でガ ラス繊維セパレータと共に電解液に10分含浸させた。 電解液は1MのLiTFSA/TG溶液を用いた。オペラン ド測定用二極式セル内に金属Li、セパレータ、空気 極、拡散紙の順に積層させて、セルを組み立てた (図2)。セルには中心に孔が空いており、この孔 にはポリエーテルイミドフィルム、スペリオ UT-F を窓として貼り付けた。また、セパレータの中心に 直径5mm、金属リチウム及び拡散紙の中心に直径6 mmの穴を開けたものを使用し、窓材と空気極のみ にX線が当たるようにした。



図2 オペランド測定用二極式空気電池用セル

放充電測定は定電流法(0.5 mA)で電圧 2.0–4.0 V、 制限容量 500 mAh/g で 4 サイクル行った。測定温度 は 40 °C とした。XAFS 測定は放充電測定と同時にセ ル中の電極に X線を照射し、Mn K-edgeの測定を BL-9C にて行った。測定は透過法、Quick mode で行った。 エネルギー範囲を 6100–7200 eV に設定し、放電開始 と同時に測定を開始し、データを 90 秒毎に保存した。 また、同放充電測定条件で 120 サイクルをしてサイ クル不可能になった電極を Step scan mode で測定し た。

### 3 <u>結果および考察</u>

図3に各電極を100サイクルした時の放充電曲線、 図4に充電容量変化の比較を示した。まず触媒担持 による電極の性能向上が明らかである。さらに図3 より、Fe-MnO2電極がMnO2電極よりサイクル性能 が高いことが分かる。また、図4の充電容量の比較 から、MnO<sub>2</sub> 電極に比べて Fe-MnO<sub>2</sub> 電極がより安定 して充電されていることがわかった。

オペランド XAFS 測定時の放充電曲線(Fe-MnO<sub>2</sub> 電極)を図5に示した。MnO<sub>2</sub>電極も同様の曲線を示 している。また、図6に各電極のオペランド XAFS 測定時の生データを並べた 3D グラフを示した。放 充電サイクルに合わせてスペクトルが上下に変化し ていた。サイクル初期の大きな変化は不可逆膨張に よるものと推察される。



図5 オペランド測定時の放充電プロファイル



図6 オペランド XAFS スペクトルの変化

図 5 の赤点で示した 4 サイクル目の放電前、放電 後、充電後のスペクトルの比較を行った。Fe-MnO<sub>2</sub> 電極の Mn-K-edge の規格化 XANES スペクトルを図 7 に示した。放電中に低エネルギー側、充電中に高 エネルギー側に吸収端がシフトした。これは放電中 に Li<sup>+</sup>が挿入され電荷補償により Mn が酸化、充電中 に挿入された Li<sup>+</sup>が脱離して Mn が還元されたことを 示すと考えられる。MnO<sub>2</sub> 電極も同様の挙動を示し た。



図7 Mn K-edgeの XANES スペクトル

図 8 に 4 サイクル目の XANES スペクトルの半吸 収点の変化を示す。MnO<sub>2</sub> 電極と比較して Fe-MnO<sub>2</sub> 電極が全体的に高エネルギー側にシフトしており、 Fe ドープにより Mn の価数が大きくなっていると考 えられる。



図8 4サイクル目のスペクトルの半吸収点の変化

図9に試験前の電極と120サイクル後の各電極の スペクトルの比較を示した。さらに、図10に Fe-MnO2電極は300サイクル後の電極のスペクトルと標 準試料のMnのスペクトルの比較を示した。120サイ クル後では吸収端はどちらの電極も高エネルギー側 にシフトした。これはMnの酸化が進行しているこ とを示す。Fe-MnO2電極では300サイクルまで成功 した。この300サイクル後の電極は低エネルギー側 に大きくシフトし、Mnのスペクトルの形状に近づ いた。これは電極中のMnが還元され、MnO2ユニッ トが崩壊していることを示すと考えられる。



0.2

0



図 10 300 サイクル後の電極のスペクトル

価数が判明している標準試料の吸収端の位置の比 較からサイクル中の3点(放電前、後、充電後)で の Mn の価数を推測した。図 11 に標準試料の半吸収 エネルギーと価数の関係、図12に各電極の推察した 平均価数を示そた。電極に担持された MnO<sub>2</sub>は平均 価数が全体的に大きい事が分かった。これは結晶の ナノサイズ化や電解液の影響によるものと推察して いる。



図 11 標準試料の半吸収エネルギーと価数の関係

図13に4サイクル目の放電前後と充電後のEXAFS のフーリエ変換を示した。フーリエ変換のピークは 2つであり、第1ピークはMn-O、第2ピークはMn-Mnの結合に対応している。放電中に第2ピーク強度 が小さくなっていることがわかる。これは Mn-Mn の結合の減少に対応しており、MnO2ユニット間の 結合が開裂していると考えられる。MnO2 電極と比 較して Fe-MnO2 電極のピーク強度減少は小さい。ま た充電中にピーク強度が完全に回復していることか ら、再結合していると考えられる。この開裂と再結 合は放充電に対応していることから MnO2のトンネ ル構造へのLi<sup>+</sup>の挿入脱離に起因すると推察する。



図13 各状態のフーリエ変換スペクトル

図14に試験前の電極と120サイクル後の電極のフ ーリエ変換スペクトルを示した。MnO2 電極のサイ クル後の電極で MnO2の構造が大きく変化したこと が示唆された。一方、Fe-MnO2 電極は構造が維持さ れている。120サイクル後の電極ではMnO2電極はサ イクルが不可能になっていましたが、Fe-MnO2 電極 はまだサイクル可能な状態であった。このことから、 Fe ドープが MnO2の再結合を促進し、サイクル性能 を上昇させていると考えられる。



図 14 120 サイクル後のフーリエ変換スペクトル

### 4 まとめ

本研究ではSWCNTにMnO2およびFeドープMnO2 を担持した電極の機能評価と Mn の構造変化追跡を 行った。機能評価の結果、触媒担持電極のサイクル

特性が向上している事を確認出来た。また、Fe ドー プが触媒効果を高めていることも確認出来た。

XAFS 測定では、放充電に対応した Mn の価数変 化や構造変化が確認出来た。この結果から MnO2の ユニットが放充電と共に開裂と再結合していると考 察した。またサイクル不可能となった電極の XAFS 結果から、サイクルを重ねる毎に放電時の MnO2の 構造変化が充電時に戻りきらなくなり、MnO2の構 造が崩壊していると考えられる。Fe-MnO2 電極の放 充電中の価数変化や構造変化が MnO2 電極と比較し て小さく、さらに比較的可逆的にみえることから、 Fe ドープが MnO2の構造維持に寄与していると考え られる。

#### 謝辞

本研究は近藤記念財団(2019-01)、科研費基盤 C (19K04998)、科研費基盤 B(21K05255)の支援を 受けて行われた。また本研究で用いた SWCNT、 SG101 はゼオンナノテクノロジー株式会社にご提供 いただいた。関係各位に厚く御礼申し上げる。

# 参考文献

[1] F. Wang, et al., ChemistrySelect, 1, 6749–6754 (2016).

[2] H. Usui, et al., ACS Sustain. Chem. Eng., 8, 9165–9173 (2020).

成果

第50回炭素材料学会年会にて学生優秀発表賞受賞

\* y-htkym@gunma-u.ac.jp