## 軟 X 線吸収分光法を用いた O3-Na5/6Fe1/2-xMn1/2MgxO2(x = 0, 1/6)の充放電機構の解析

# Studies on Charge/Discharge Mechanisms of O3-Na<sub>5/6</sub>Fe<sub>1/2-x</sub>Mn<sub>1/2</sub>Mg<sub>x</sub>O<sub>2</sub> (x = 0, 1/6) as Positive Electrode Materials for Sodium-Ion Batteries by Soft X-Ray Absorption Spectroscopy

<u>久保田</u> 圭, 依田 祐輔, 駒場 慎一 Kei Kubota<sup>a</sup>, Yusuke Yoda<sup>a</sup>, Shinichi Komaba<sup>a</sup>

> 東京理科大学 Tokyo University of Science e-mail: komaba@rs.kagu.tus.ac.jp

O3-Na<sub>5/6</sub>Fe<sub>1/2-x</sub>Mn<sub>1/2</sub>Mg<sub>x</sub>O<sub>2</sub>はFe<sup>3+/4+</sup>およびMn<sup>3+/4+</sup>をもとにした理論容量よりも高容量を示すナトリ ウムイオン電池正極材料であり、その充放電中の電荷補償機構の解明を目指して軟X線吸収分光法 により電子状態の変化を調べた。充電過程でMnのL吸収端は高エネルギー側にシフトし、放電過 程で低エネルギー側へと移動したが、FeのL吸収端には明確な変化は確認されず、Mnの可逆的な 酸化還元のみ観測された。一方、OのK端スペクトルでは、充電に伴って過酸化物イオン由来と思 われるピークが現れ、放電過程ではそのピークが消失し、可逆的な酸化物イオンの酸化還元反応が 示された。

 $O3-N_{5/6}Fe_{1/2-x}Mn_{1/2}Mg_xO_2$  delivers large reversible capacity as a positive electrode material in sodium batteries and the charge compensation mechanisms during the charge/discharge were investigated by soft X-ray absorption spectroscopy. Mn L-edge reversibly shifted to higher and lower energy during charge and discharge, respectively, in 1.5 – 4.3 V and no obvious change of Fe L-edge energy was observed during the charge/discharge. O K-edge spectra indicate that oxide ions oxidized to form peroxide-like ions during charge to 4.0 V. The peroxide ions almost disappeared after discharge to 1.5 V, which demonstrates contribution of the oxide ions to the reversible charge/discharge of O3-N<sub>5/6</sub>Fe<sub>1/2-x</sub>Mn<sub>1/2</sub>Mg<sub>x</sub>O<sub>2</sub> in Na cells.

Keywords: Layered positive electrode material, sodium ion battery, O K-edge XANES

#### <u>背景と研究目的</u>

近年、リチウムイオン電池は電気自動車や電力貯蔵システムなどに使用され始めており、リチウムイオン電池の需要の高まりとともに、その必須元素であるリチウムの資源価格は高騰している。 さらに、リチウムは希少金属であり、産出国も限られているため、安定した供給にリスクを抱えている。そこで我々は希少金属フリーな「ナトリウムイオン電池」に注目している。2012年に鉄とマンガンを利用した P2-Na<sub>2/3</sub>[Fe<sub>1/2</sub>Mn<sub>1/2</sub>]O<sub>2</sub>が 200 mAh g<sup>-1</sup>の高容量を示すことを報告し[1]、更なる高容量化を目指して Na 量の多い O3-Na<sub>5/6</sub>Fe<sub>1/2</sub>Mn<sub>1/2</sub>O2(O3-Na<sub>5/6</sub>FeMn)を合成した。さらに、Mg 含有層状酸化物 (P2-Na<sub>2/3</sub>Mg<sub>0.28</sub>Mn<sub>0.72</sub>O<sub>2</sub>)が酸化物イオンの酸化還元を利用して 200 mAh g<sup>-1</sup>を超える可逆容量を示すという報告をもとに[2,3]、O3-Na<sub>5/6</sub>FeMn の Fe を Mg で一部置換した O3 型Na<sub>5/6</sub>Fe<sub>1/3</sub>Mn<sub>1/2</sub>Mg<sub>1/6</sub>O<sub>2</sub>(O3-FeMnMg)を合成した。P2-Na<sub>2/3</sub>[Fe<sub>1/2</sub>Mn<sub>1/2</sub>]O<sub>2</sub>は高容量を示す一方で、初回充電容量が放電容量よりも低いことが実電池を作製する上での課題であったが、O3-FeMnMg では約 190 mAh g<sup>-1</sup>の理論容量を超える充電容量が得られ、放電容量との差がわずかであることを見出した (Fig. 1a-b)。そこで本研究では、O3-FeMnMg が高い充電容量を示す原因を軟 X 線吸収分光法を用いて調べた。また比較対象として O3-Na<sub>5/6</sub>FeMn の充放電中の OK 吸収端、および Fe, Mn の L 吸収端の電子状態の変化を O3-FeMnMg と同様に調査した。

### <u>実験</u>

O3-FeMnMgおよびO3-Na5/6FeMnは、原料であるNa2CO3, Mn2O3, FeC2O4・2H2O, MgOをボールミルで湿式混合、乾燥後にペレット成型し、空気中でそれぞれ750および850 ℃で24時間焼成することで合成した。BL-11に

て、Fe、MnのL吸収端、OのK吸収端付近の電子状態を測定した。また、BL-10にてMgのK吸収端の 電子状態を測定した。測定試料として、充電状態の異なる5試料(充電前,4.0 V充電後,4.3 V充電後, 2.2 V放電後,1.5 V放電後)を調製した。各電位でコイン型ナトリウム金属セルを保持後、セルを解体 して合剤電極を洗浄・乾燥後、トランスファーベッセルを用いて大気暴露を防いで装置へと導入し た。試料調製は全てArガスを充填したグローブボックス内で行った。測定では、蛍光収量法(PFY)、 部分電子収量法(PEY)、全電子収量法(TEY)によって同時測定した。本報告ではPFYのデータを記載 する。

#### 結果、および、考察:

Fig. 1c, d に O3-FeMn および O3-Na<sub>5/6</sub>FeMg の Mn Fe L 吸収端 XANES スペクトルをそれぞれ示す。 充電前では両試料とも Fe<sup>3+</sup>に対応する L<sub>3</sub>のピークが 710 eV 付近に見られ[4]、充電しても大きな変 化は観測されなかった。O3-FeMnMg ではわずかに 710 eV のピークの強度が減少し、712 eV 付近の 強度が増大する様子が見られ、Mg 置換した方が Fe<sup>3+</sup>が酸化しやすい傾向にあることがわかる。ま た、放電過程では逆に 712 eV 付近の強度が減少し、710 eV のピークの強度が増大しており、充放 電で可逆的に Fe<sup>3+</sup>の一部が酸化還元していることを示している。このようなわずかな Fe<sup>3+</sup>の酸化・ 還元は K 吸収端 XANES スペクトルでも確認し、さらに 4.3 V まで充電した O3-Na<sub>5/6</sub>FeMn のメスバ ウアー分光測定から Fe 全体の 3 割程度が Fe<sup>4+</sup>に酸化していることを明らかにしている。

Fig. 1e, f の Mn L 吸収端スペクトルでは、O3-Na<sub>5/6</sub>FeMn、O3-FeMnMg 共に 4.0 V 以上に充電する と 641 eV 付近の Mn<sup>3+</sup>のピーク[4]の強度が減少し、644 eV 付近の Mn<sup>4+</sup>に対応するピーク[4]が相対 的に増大している。また放電後では充電前と同じスペクトル形状に戻っていることから、充電・放 電で可逆的に Mn<sup>3+/4+</sup>の酸化還元反応が進行していることが分かった。これも Fe と同様に Mn K 吸 収端 XANES スペクトルの充放電に伴う変化とも一致している。

Fig. 2a, b に O3-Na<sub>5/6</sub>FeMn、O3-FeMnMg の O K 吸収端スペクトルと、各試料の充電前の実測スペクトルを基線とした、4.0 V および 4.3 V まで充電後、2.2 V および 1.5 V まで放電後の実測スペクトルとの差スペクトルを Fig. 2c, d に示す。また参考として KO<sub>2</sub> と Li<sub>2</sub>O<sub>2</sub> の実測スペクトルを示す[5]。

O3-Na5/6FeMn および O3-FeMnMg の両試 料ともに、529.0 eV と 530.5 eV に 2 つも ピークが観測され、充電するとより低エ ネルギー側の 527.5 eV と 2 つのピークの 間の 529.7 eV の強度が増加した。差スペ クトルを見るとより明確にこれら2 つの 位置にピークが現れていることがわか り、これらはそれぞれ KO<sub>2</sub> と Li<sub>2</sub>O<sub>2</sub>の実 測スペクトルに類似していることがわか る。 $KO_2$ と $Li_2O_2$ の酸素はそれぞれ超酸化 物イオンと過酸化物イオンであり、O3-Na5/6FeMn および O3-FeMnMg の両試料と もに、充電による酸化物イオンの酸化が 明らかとなった[5]。特に 527.5 eV の超酸 化物に対応するピークの差スペクトルの 強度が O3-Na5/6FeMnMg の方が O3-Na5/6FeMn よりも大きく、酸化物イオンの 充放電への寄与が O3-FeMnMg の方が大 きいと考えられる。この充電過程で出現 した2つのピークは放電後には消失して おり、酸化物イオンはほぼ可逆的に酸化 還元している。最後に、Fig.3に Mgの K 吸収端スペクトルを示す。充電に伴って 1316eVのピークの強度が減少し、放電後 には可逆的に元に戻っている。しかし、吸 収端のエネルギーには変化がなく、マグ



Fig. 1 Fe L-edge XANES spectra of (a) O3-Na<sub>5/6</sub>FeMn, (b) O3-FeMnMg before and after charge to 4.0, 4.3 V, and discharge to 2.2, 1.5 V. Mn L-edge spectra of (c) O3-Na<sub>5/6</sub>FeMn, (d) O3-Na<sub>5/6</sub>FeMnMg before and after charge to 4.0, 4.3 V, and discharge to 2.2, 1.5 V.

ネシウムは2価のままで電荷補償には寄与していないといえる。したがって1316 eVの変化は構造中のMg周囲の局所構造の変化を反映していると考えられる[6]。

以上の結果から、O3-Na<sub>5/6</sub>FeMn、O3-FeMnMg 共に、充放電に伴って結晶格子中の酸化物イオンの 可逆的な酸化還元が進行していることが分かった。また、Mg を置換することで、Mg<sup>2+</sup>は酸化還元 不活性だが、酸化物イオンの充放電反応への寄与を高める効果があることが示唆された。



Pristine Discharged to 2.2 V Discharged to 1.5 V 0.0 1.280 1290 1300 1310 1320 1330 1340 E / eV

Fig. 3 Mg K-edge XANES spectra of O3-FeMnMg before and after charge to 4.0, 4.3 V, and discharge to 2.2, 1.5 V.

Fig. 2 O K-edge XANES spectra of (a) O3-Na<sub>5/6</sub>FeMn and (b) O3-FeMnMg before and after charge to 4.0, 4.3, and discharge to 2.2, 1.5 V. O K-edge difference spectra of (c) O3-Na<sub>5/6</sub>FeMn and (d) O3-FeMnMg after charge to 4.0, 4.3 V, and discharge to 2.2, 1.5 V with subtraction of the spectra of as-prepared samples.

### 参考文献

- [1] N. Yabuuchi, S. Komaba, et al., Nat. Mater. 2012, 11, 512-517.
- [2] N. Yabuuchi, S. Komaba, et al., J. Mater. Chem. A. 2014, 2, 16851.
- [3] U. Maitra, Peter G. Bruce, et al., Nat. Chem. 2018.
- [4] N. Yabuuchi, T. Ohta, et al., 成果公開型報告書, 2016, S16010.
- [5] N. Yabuuchi, T. Ohta, et al., Nat. Commun., 2016, 7, 13814.
- [6] T. Yoshida, et al., J. Phys. Chem., 1995, 99, 10890.

#### 研究成果公開方法/産業への応用・展開について

本研究成果は第58回電池討論会および第85回電気化学会で成果公開した。
依田,久保田,駒場ら,第58回電池討論会,1D25,福岡.
久保田,依田,駒場ら,第85回電気化学会,1E23,東京.