Accounts of Materials & Surface Research

Three-dimensional XAFS Imaging of Polymer Electrolyte Fuel Cell Cathode Catalysts in Membrane Electrode Assembly

Yuanyuan Tan, Hirosuke Matsui, Nozomu Ishiguro, and Mizuki Tada*

Research Center for Materials Science & Department of Chemistry, Graduate School of Science, Nagoya University Furo Chikusa, Nagoya, Aichi 464-8602, Japan RIKEN SPring-8 Center

Koto, Sayo, Hyogo 679-5148, Japan

mtada@chem.nagoya-u.ac.jp

Polymer electrolyte fuel cell (PEFC) is a promising clean energy source, but the degradation of cathode catalyst in PEFC is still a serious issue for the application of PEFC. We visualized the cathode catalyst degradations in membrane electrode assemblies (MEAs) of PEFC by XAFS imaging techniques. Dissolution and aggregation of Pt cathode catalysts



were clearly observed before and after accelerated degradation test (ADT), suggesting the detail degradation process in MEAs.

Keyword: XAFS, X-ray imaging, PEFC, Pt catalyst, catalyst degradation

Dr. Yuanyuan Tan is a research fellow at RCMS, Nagoya University. She received her B.Sc. and Ph.D. from University of Science and Technology Beijing in 2009 and 2016. Her current research interest is *operando* XAFS and imaging of PEFC catalysts.

Dr. Hirosuke Matsui is an assistant professor at Graduate School of Science, Nagoya Univ. He received his Bachelor degree in 2009 from Tottori University and Ph.D. from Nara Institute of Science and Technology in 2014. His research interest is *operando* XAFS analysis of PEFC and oxide catalysts.

Dr. Nozomu Ishiguro is a research fellow at the RIKEN SPring-8 Center. He received his Ph.D. from the University of Tokyo in 2013. His research interests are the developments of synchrotron X-ray imaging techniques and *operando* characterization of solid catalysts by time-/space-resolved XAFS.

Prof. Dr. Mizuki Tada is currently the Professor of Chemistry at Department of Chemistry, Research Center for Materials Science, Nagoya University. She received her Ph.D. (2005) from the University of Tokyo. She worked as an assistant and associate professor in the University of Tokyo and moved to the Institute for Molecular Science in 2008. Since 2014, she also works as a team leader of RIKEN project. Her research interests are the design of metal-complex catalysts and *operando* imaging of heterogeneous catalysts.





膜電極接合体中の固体高分子形燃料電池電極膜触媒の 3 次元 XAFS イメージング

TAN Yuanyuan, 松井 公佑, 石黒 志, 唯 美津木 *名古屋大学物質科学国際研究センター/大学院理学系研究科物質理学専攻(化学系) 理化学研究所放射光科学総合研究センター*

1. はじめに

デバイスなどの固体材料内部では、構成する 様々な元素種の3次元的な分布や状態、応答 性の違いが、固体材料の特性と深く結びついて いる.材料を破壊することなく、内部に含まれる 構成元素の空間分布や化学状態の違いを、願 わくば材料が機能しているその場で捉え、明ら かにすることは、固体材料の機能性の起源を探 るだけでなく、固体材料が抱える数々の問題解 決につながる構造情報を与えてくれる.

例えば、低環境負荷でクリーンな発電システ ムとして実用化が進められている固体高分子形 燃料電池 (Polymer Electrolyte Fuel Cell; PEFC) では、高分子膜の両面にそれぞれアノ ード電極触媒,カソード電極触媒を塗布した膜 電極接合体 (Membrane Electrode Assembly; MEA) が用いられる. アノードでは, 燃料となる 水素が電極触媒によってプロトンと電子へと変 換され、生成したプロトンはアノードとカソードを つなぐ高分子膜を通ってカソード極に到達する. カソードでは、プロトンと供給された酸素が外部 回路を通った電子と反応して水に変換される酸 素還元反応(Oxygen Reduction Reaction; ORR) が進行する. この ORR の進行には触媒が不可 欠であり, 白金等の金属微粒子が電極触媒とし て用いられている.

PEFC の運転条件や長時間の運転によって は、カソード極の電極触媒粒子が徐々に溶け出 し、触媒層内や高分子電解質膜内部に再析出 してしまう触媒劣化が起こる.定置用に加えて、 自動車等の移動型電源への PEFC の利用も進 められている中、MEA 中におけるカソード触媒 の溶出・劣化の問題は、実用化における大きな 課題となっている.このカソード触媒の劣化を抑 制すべく、様々な触媒や MEA が調製されてい るものの,カソード触媒劣化の問題の根本的な 解決には至っておらず,カソード触媒の劣化抑 制は依然として難しい.

このカソード触媒の溶出は, 白金微粒子表面 の酸化還元のみならず, 金属種の空間的な移 動を伴い, 溶出・凝集の過程で, MEA 内部の触 媒金属元素の空間分布が変化する.同時に、 MEA 内部の各点におけるカソード触媒種の状 態(酸化状態や配位構造)も変化する.これらの 空間情報は, 電極触媒の劣化現象を理解する 上で極めて直接的な情報を与えるが、PEFC の 単セル内部(Fig. 1A)は、アノード及びカソード 触媒層と電解質膜からなる MEA に加えて,集 電板, セパレータ, ガス拡散層 (Gas Diffusion Layer; GDL)などが積み重なった階層構造にな っており、その中に反応ガスである水素や空気、 水が大量に存在している.これらの様々な物質 が共存し、時々刻々変化するPEFCセルの内部 において、カソード触媒の溶出・劣化過程を直 接捉え,その詳細を明らかにするには,様々な 工夫が必要である.

我々は、PEFC の発電条件で、PEFC 内部の 触媒の酸化状態、局所構造を計測・解析できる X 線吸収微細構造 (X-ray Absorption Fine Structure; XAFS)法を用いて、PEFC セルの発 電条件におけるカソード電極触媒の局所構造 を明らかにしてきた[1-4].また、ラミノグラフィー (Computed Laminography; CL)やトモグラフィー (Computed Tomography; CT)などの3次元イメ ージング計測法と XAFS 分光法を合わせたイメ ージング XAFS 計測法を駆使して、MEA 内部に おける電極触媒の空間分布や化学状態の違い を明らかにしている[5-7].本稿では、これらの3 次元イメージング XAFS 法による PEFC の MEA 3 次元イメージングを取り上げ、PEFC の加速劣 化試験 (Accelerated Degradation Test; ADT) に伴う MEA 内部の Pt 触媒の劣化の可視化研 究について紹介する.

2.3 次元イメージング XAFS 計測

近年,X線をプローブとした画像化技術の進 歩が著しく、トモグラフィーやタイコグラフィー,X 線顕微鏡など様々なイメージング技術が実現さ れている.その一つであるCTは、試料を回転さ せて各回転角での投影像を撮像し、得られた透 過投影像をコンピュータ上で再構成することに よって、試料の3次元的な形状を得る手法であ る.X線や電子線などをプローブとした計測手 法に展開されており、それぞれのプローブの特 徴を生かした3次元イメージングが行われてい る.

特に,硬X線を用いたCTは,硬X線の高い 透過力を利用して,ガスや軽元素などの共存下 でも試料の透過像を撮像することができることか ら,PEFC セルの発電条件における 3 次元イメ ージング測定が可能な手法の一つである.Fig. 1B に X線 CT のセットアップ概略を示した.測 定試料をと入射 X線のなす角θを変化させて, 試料に X線を照射し, 試料を透過した X線を2 次元カメラで撮像する. 各回転角 θ における試 料透過像を得て, これらをコンピューター上で 再構成演算することにより, 試料の 3 次元イメー ジを得る.

XAFS 分光法は, 測定対象元素の吸収端近 傍の X 線吸収スペクトルから, 対象元素の価数 や局所構造などの情報を得る手法であり, 担持 触媒のような長期的な周期的構造をもたない試 料の局所構造解析に汎用されている。 XAFS ス ペクトル測定のための各 X 線エネルギーにおい て, CT 像を撮像し解析すれば, XAFS 分光から 得られるパラメータ(例えば, 各元素の量, 酸化 状態, 局所構造など)を利用した 3 次元イメージ ングを行うことが可能である.

MEA のような 2 次元的な試料(膜など)の場合, Fig. 1B の CT 測定の配置では, $\theta = 90^{\circ}$ にお いて X 線の入射方向が膜の断面方向と重なっ てしまい,この角度における透過像は撮像でき ない(実際には膜の大きさに由来する有限値に なる)。このような場合は,一部の回転角の撮像 が欠損した角度制限 CT や,入射角に対して試 料を傾けた状態で試料回転を行う CL (Fig. 1C)



Figure 1. (A) A picture of a PEFC cell for CT-XAFS measurements. The setups of *operando* CT-XAFS (B) and *ex situ* CL-XAFS (C). (D) A picture and a cross sectional SEM image of an MEA.

を用いることができる.いずれも,再構成によっ て得られる3次元像の空間分解能が低下するも のの,MEAの3次元イメージングは可能である.

3. *Ex situ* X 線ラミノグラフィーXAFS(CL− XAFS)法を用いた PEFC MEA 内の Pt 触媒の 3 次元分布可視化

PEFC MEA 内部の Pt 触媒の分布の可視化の ために, 2012 年 *ex situ* CL-XAFS 法を用いた Pt 触媒の 3 次元分布の可視化を試みた[5]. Pt/C をカソード触媒とした MEA を用い, ほとん ど発電を行っていない新品の MEA と ADT (一





定の電圧ステップを繰り返すことで、PEFC 内部 で起こる触媒劣化の速度を加速させ、実験室レ ベルで触媒劣化の状態を作り出す評価試験)を 行って十分にカソード触媒を劣化させた MEA に対して、Pt Lu 端の CL-XAFS を測定した. ADT は、0.6 Vと1.3 Vの電圧ステップ法を採用 し、ステップ幅を 30 sとして 200 サイクルの電圧 ステップを実施した.

大型放射光施設 SPring-8 の BL47XU ビーム ラインにおいて, Si(111)モノクロメーターで単色 化した X 線を, スペックルを除外するための紙 製ディフューザーを透過後に, MEA に照射し, MEA を透過後の X 線を LSO 結晶で可視光変 換し, CCD カメラで撮像した. MEA はセルから 出し, アクリル製のサンプルホルダーに載せ, CL 測定のための回転を行った. CL 再構成後 の全視野と空間分解能は, それぞれ 400×400 μm, 1.5 μm (MEA 面内方向), 5 μm(MEA 深さ 方向)であった.

Fig. 2 に再構成によって得られた CL-XAFS 3 次元像を示す. Pt Lui 端吸収端前のエネルギー における CL 像から, 試料の形状 (モルフォロジー)に由来する 3 次元像を得た (Fig. 2A). MEA 断面の SEM 像と類似した試料形状が再構 成できており, CL によって MEA の 3 次元イメージングが可能であることを示している.

Pt Lu端のエッジジャンプ量は、Pt 量に比例し ていることから, Pt Lm端のエッジジャンプ強度を 3 次元的にマップすれば, MEA 内部の Pt 触媒 の空間分布を可視化することができる. ADT 前 後における Pt 触媒の 3 次元分布を表示したも のが Fig. 2B である. ADT 前の初期状態では, Pt の平均粒子径は 3.5 nm であり, カソード触媒 層内部に分散して存在している様子が見られた. 一方, ADT を行った後は, 電子顕微鏡像の解 析から見積もった Ptの平均粒子径は 5.4 nm に 増加しており、CL-XAFS によるイメージ像では、 カソード触媒層内部で担体であるカーボンが腐 食して, 大きなクラックが形成され, 同時に Pt も 流出している様子が観察された. またカソード触 媒層に残った Pt 触媒も内部で凝集している様 子が確認された. CL-XAFS の空間分解能から 判断して,画像化された凝集は複数の Pt 粒子



Figure 3. (A) A picture of *operando* CT-XAFS measurements of a PEFC cell at the BL36XU station at SPring-8, (B) a schematic of CT-XAFS measurements.

が寄り集まって形成されているものと考えられる. これらの CL-XAFS 像は,発電や ADT 後に MEA 試料を PEFC セルから取り出して, ex situ で測定を行ったものである. In situ(その場) CL-XAFS 計測に対応できる PEFC セルも作成し, PEFC の発電条件での CL-XAFS 測定も検討し た. MEA 内の各部材の形状は明瞭に再構成で き,GDL やカソード触媒層のモルフォロジーは 可視化できたが,再構成計算の際のアーティフ ァクトの影響で,Pt 量の分布 (Pt Lu 端エッジジャ ンプ量) は明瞭なイメージを得ることができなか った.

4. Operando X 線トモグラフィーXAFS (CT-XAFS) 法を用いた PEFC MEA 内の Pt 触媒の 3 次元分布・酸化状態のその場可視化

これらの背景を踏まえ,角度制限型の CT-XAFS を利用して,PEFC 発電条件下における MEA 中のカソード触媒の劣化過程の可視化を 検討した. Fig. 3A に SPring-8 BL36XUビーム ラインにおける PEFC の CT-XAFS 計測の様子 と測定法の概略図を示す.各回転角 θ に対し て,入射光強度 $\delta(B)$ と試料を透過させた透過像 $\delta(B)$ を撮像し, ±80°の回転角 θ を 0.1°毎に 変化させて,1600 角度(θ)に対して $\delta(E)$ を得た. これを Pt L_{III} 端 XANES に相当するエネルギー 範囲の 184 エネルギーにおいて,測定を繰り返 すことで,一連の CT-XAFS データを得た (Fig. 3B).

CT-XAFS 計測で得られる撮像データは膨大 である. Pt L_{III} 端 XAFS から得られる情報として, Pt 量 (Pt L_{III} 端エッジジャンプの大きさに比例), Pt 酸化数 (Pt L_{III} 端 XANES のホワイトライン強

Acc. Mater. Surf. Res. 2018, Vol.3 (No.3), 165-171.

度と相関), Pt-PtやPt-Oの結合配位数や結合 長(Pt Lu端 EXAFS のカーブフィッティング解析 から得られるパラメータ)などがあるが、いずれも、 XANES や EXAFS のフィッティング解析が必要 になる.得られた透過像を測定エネルギー毎に 再構成すれば、3 次元実空間における吸収係 数データが得られる.この各ボクセルにおける データをエネルギー軸に沿ってつなぎ合わせ れば, 各ボクセルの XAFS スペクトルになるが, その後ボクセルごとの膨大な量の XAFS スペクト ルを個別にフィッティング解析する作業が必要 になり,解析効率が大変悪い.一方,再構成前 の2次元透過像の段階で XAFS スペクトルをフ ィッティング解析し、得られたフィッティングパラ メータを再構成計算すれば,再構成計算のコス トも大幅に低減でき、より簡便に画像化したいパ ラメータの3次元像を得ることができる.このよう な計算方法で XANES スペクトルのフィッティン グー再構成計算を行い, MEA 中の Pt 量とその 酸化状態の3次元再構成像を得た(Fig. 4).



Figure 4. *Operando* 3D maps of the cathode catalyst layer of an MEA with a Pt/C cathode catalyst before and after ADT. (A) Morphology maps, (B) Pt distribution maps, and (C) Pt valence state maps [6].

Fig. 4A にあるように, カソード触媒層内には 初期の段階からカーボン担体のクラックが存在 する. ADT (この MEA では, 0.6-1.0 V の電圧サ イクルを 20000 サイクル実施)後は, クラックのサ イズが広がり, 触媒層自体の劣化が進んでいる ことが確認できる. 両者のクラックの位置は同じ であり, 一連の operando CT-XAFS 計測で, MEA 内の同視野を観察できていることがわかる.

ADT に伴って, カソード触媒層内の Pt 触媒の 分布の変化も観察された (Fig. 4B). ADT 前は, 一部のドメインで Pt の凝集が見られるものの, 全体的に Pt が分散して存在している様子が見 られ, Pt 分布像では細かいスポットが観察され た. ADT 後は, 全体的にコントラストがぼやけて おり, Pt 触媒の凝集が進行していることが伺える. この 3 次元像の空間分解能か ら, 画像化され ているのは個々の Pt 粒子ではなく, それらが触 媒層内に分布している様子である.

特に顕著であったのは、クラックの近傍の変化 であった. ADT 後は、触媒層内部のクラックの 周辺では、Pt 触媒のコントラストが殆ど観察され なかった. 一方、深さ方向のプロフィルを描いて みると、カソード触媒層から電解質膜であるナフ ィオン層の方向に Pt 触媒が溶出している様子 が観察された. これらのことから、ADT によって、 カソード側の Pt 触媒の溶出、移動が進むが、特 に触媒層のクラックの近傍で溶出が進みやすく、 溶け出た Pt 種は徐々にナフィオン層側に移動 することがわかる.

更に、Ptの酸化数もADT前後で大きく変化している様子が観察された(Fig. 4C). 1.0 Vの電圧をかけて operando 測定した結果では、ADT前は Pt の酸化が明確にみられるが、ADT後に同電圧、同条件で測定した結果では、Pt酸化数のコントラストが大きく低下し、全体的に酸化が抑制されていることがわかる. ADT による Pt触媒の溶出、凝集によって、粒子径の増大が引き起こされ、表面に存在する Ptの比率が減少したことが、価数応答の低下につながっているのではないかと考えられる.

最近, 我々は Pt/C よりも耐久性が優れている といわれている Pt₃Co/C をカソード触媒として用 いた MEA についても, CT と XANES 測定を組 み合わせた 3 次元イメージングを行った[7]. Pt Lun端とCo K端の両方の XAFS データを測定す ることにより, Pt の分布や価数に加えて, Co の 分布も可視化することに成功した. Pt/C と異な る劣化様式が見られており, MEA 中の様々な触 媒劣化の可視化に本手法が有効であると考え ている.

5. まとめと展望

本稿では、3 次元イメージング計測法と XAFS 分光法を組み合わせた可視化方法を用いた PEFC MEA の 3 次元構造解析の実例について 紹介した. PEFC に限らず、多くの触媒系は、実 際の作動条件での構造解析が触媒活性や劣 化などの現象を理解する上で極めて重要である。 硬 X 線の高い透過力を利用した XAFS 分光は、 その場計測に大変適しており、触媒を破壊する ことなくその構造を明らかにできる有用な手法で ある. PEFC のようなデバイス内部では、個々の 触媒粒子の局所構造だけでなく、より広い視野 での不均質性や構造の変化の可視化も必要で あり、CT-XAFS は様々なデバイス材料への展 開も期待できるであろう.

6. 謝辞

本稿で紹介した研究の共同研究者である電 気通信大学燃料電池イノベーション研究センタ ーの宇留賀朋哉特任教授, 関澤央輝特任助教 (現 JASRI 研究員), 坂田智裕特任助教, 東晃 太朗特任助教, 分子科学研究所横山利彦教授, 才田隆広博士(現名城大助教), JASRI SPring-8 上杉健太郎博士, 星野正人博士にこの場を 借りて感謝申し上げます. また, 本稿の研究の 一部は NEDO, 科研費基盤研究 B(26288005) の支援を受けて行われました. 感謝申し上げま す。

参考文献

- N. Ishiguro, S. Kityakarn, O. Sekizawa, T. Uruga, T. Sasabe, K. Nagasawa, T. Yokoyama, M. Tada, *J. Phys. Chem. C*, **2014**, *118*, 15874-15883.
- 2) N. Ishiguro, S. Kityakarn, O. Sekizawa, T.

Uruga, H. Matsui, M Taguchi, K. Nagasawa, T. Yokoyama, M. Tada, *J. Phys. Chem. C*, **2016**, *120*, 19642-19651.

- N. Ishiguro, M. Tada, Catal. Lett., 2018, 148, 1597-1609.
- S. Ozawa, H. Matsui, N. Ishiguro, Y. Tan, N. Maejima, M. Taguchi, T. Uruga, O. Sekizawa, T. Sakata, K. Nagasawa, K. Higashi, M. Tada, *J. Phys. Chem. C*, **2018**, *122*, 14511-14517.
- T. Saida, O. Sekizawa, N. Ishiguro, M. Hoshino, K. Uesugi, T. Uruga, S. Ohkoshi, T. Yokoyama, M. Tada, *Angew. Chem. Int. Ed.*, 2012, *51*, 10311-10314.
- H. Matsui, N. Ishiguro, T. Uruga, O. Sekizawa,
 K. Higashi, N. Maejima, M. Tada, *Angew. Chem. Int. Ed.*, 2017, 56, 9371-9375.
- 7) To be submitted.