科学研究費助成事業

平成 30 年 6月 15日現在

研究成果報告書

機関番号: 82110 研究種目: 基盤研究(C)(一般) 研究期間: 2015~2017 課題番号: 15K05465 研究課題名(和文)高電子移動ナノカーボン界面の創製

研究課題名(英文)Fabrication of Nanocarbon Interface with High Electron Transfer

研究代表者

保田 諭 (Yasuda, Satoshi)

国立研究開発法人日本原子力研究開発機構・原子力科学研究部門 先端基礎研究センター・研究職

研究者番号:90400639

交付決定額(研究期間全体):(直接経費) 3,800,000円

研究成果の概要(和文):高電気伝導性を有する垂直配向カーボンナノチューブ表面上に酸素還元反応(ORR)活性を有するFe-N-C構造を被覆した、Fe-N-C/CNT触媒の開発に成功した。電気化学的評価により、その触媒はチューブの高電気伝導性に由来する高いORR活性能を示した。また、作製過程における熱履歴を制御することで、Fe-N-C構造の質量密度を増加させ、ORR活性能のさらなる向上に成功し、非白金系ORR触媒実現のための設計指針を得ることができた。

研究成果の概要(英文): Iron-nitrogen-carbon (Fe-N-C) supported carbon nanotube (Fe-N-C/CNT) catalyst for the oxygen reduction reaction (ORR) was produced by employing vertically aligned carbon nanotubes (VA-CNT) with high electronic conductivity and iron(II) phthalocyanine (FePc) molecules. Pyrolyzing the composite easily transformed the adsorbed FePc molecules into a large number of iron coordinated nitrogen functionalized nanographene (Fe-N-C) structures, which served as ORR active sites on the individual VA-CNT surfaces. We found that the catalyst exhibited a high ORR activity, which is attributed to the efficient electron transfer between VACNT and Fe-N-C structure, and between VACNTs. We also found that fine control of the thermal history can effectively increase Fe-N-C catalytic site, and consequent ORR activity of the catalyst increase. Our results would provide guidelines for further activation of non-precious ORR electrocatalyst for fuel cells.

研究分野: 電極触媒

キーワード: 電極触媒 酸素還元反応 カーボンナノチューブ 燃料電池



1.研究開始当初の背景

固体高分子形燃料電池のカソード極では、 酸素がプロトンと電子が電気化学還元して 水が生成する四電子の酸素還元反応(ORR) が起きるが、その反応には、Pt 触媒が用いら れている。しかしながら、Pt 触媒は、高価で 資源的制約があるため、非貴金属系の代替触 媒の開発が急務となっている。

窒素ドープグラフェンの N 原子部位に Fe 原子が配位結合した Fe-N-グラフェン(Fe-N -C)は、Pt 触媒と同様の ORR 活性を有するこ とが報告され、貴金属を使わない安価な燃料 電池用酸素還元触媒材料として注目されて いる。しかしながら、Pt 代替触媒として利用 するためには、ORR 過電圧のさらなる低減が 求められている。

一般的な、Fe-N-C を含む触媒は、カーボン ブラックなどのカーボン担持材料に Fe およ び N、C を含む前駆体分子を混合加熱するこ とで作製される。加熱により前駆体分子が熱 分解してグラファイト化し Fe-N-C 構造がカ ーボン担持材表面上で形成、これにより Fe-N-C 構造が被覆されたカーボン触媒が作製さ れる。

しかしながら、これらカーボン担持材料は 本質的にグラフェン構造の結晶性が悪く、カ ーボン - カーボン担持材間や Fe-N-C 活性構 造 - カーボン担持材間における効率的な電 子移動が抑制され、抵抗過電圧や電荷移動過 電圧の増加の要因になるものと考えられる。 また、ORR 活性能が高い Fe-N-C 構造の作製や その数密度を増加させることも過電圧低減 のために必要不可欠であるが、これらの制御 に関する設計指針が得られていない。

Pt 代替触媒として Fe-N-C/カーボン触媒を 利用するためには、上記課題を解決して ORR 過電圧を低減することがカギとなる。

2.研究の目的

本研究では、ORR 過電圧の低減を目指し、 高結晶性・高電気伝導性のカーボンナノチュ ーブ(CNT)表面に Fe-N-C 構造を作製し、CNT - Fe-N-C 活性構造および CNT - CNT 間での高 効率な電子移動パスを実現、過電圧を低減し た Fe-N-C 触媒を創製する。また、Fe-N-C 活 性構造に関する定量評価技術を確立し、ORR 活性な Fe-N-C 構造の作製とその数密度の最 大化を試み、さらなる過電圧低減のための設 計指針を得る。

3.研究の方法

カーボン担持材には、高電気伝導性の垂直 配向単層カーボンナノチューブ(VACNT)を用 いた。前駆体分子には、Fe-N-C構造の構成元 素を含む鉄フタロシアニン(FePc)を用いた。 PePc分子が分散した溶液中にVACNTを混合分 散し、PePc分子が VACNT 表面に吸着した FePc/VACNT 複合体を作製した。得られた複合 体を焼成処理することで Fe-N-C/VACNT 触媒 を作製した(図1)。触媒活性能評価は、サイ クリックボルタンメトリー(CV)および回転 リングディスク電極(RRDE)測定といった電 気化学的手法を用いて行った。参照極には可 逆水素電極(RHE)、対極にはPt 電極、作用極 にはグラッシーカーボン電極に担持した Fe-N-C/VACNT(0.6 mg cm⁻²)を用いた。測定溶 液は、 0_2 飽和もしくは Ar 飽和 0.5M H₂SO₄を用 いた。



図 1 VACNT への鉄フタロシアニン分子(FePc)の 吸着と FePc/VACNT 複合体の作製,加熱による Fe-N-C/VACNT 触媒の作製の概念図.

4.研究成果

(1) Fe-N-C/VACNT 触媒の作製

図2の上図は FePc/CNT 複合体の透過型電 子顕微鏡像を示す。FePc 分散溶液中への VACNT の混合分散により、CNT 表面上に FePc 分子が数分子層の厚さで吸着しているのが 確認された。この試料について焼成処理をす ると FePc が熱分解によりグラファイト化し、 1,2層からなるナノグラフェン状の構造物が CNT 表面上に形成するのが観察された(図2の 下図)。得られた試料のX線光電子分光(XPS) 評価を行ったところ、Fe および N 由来のピー クが観察されたこと、また、N₁。のピーク解析 から Fe-N-C 構造の形成に必要なピリジン型 窒素 - 炭素結合の生成が確認された。これら の結果から、FePc/VACNTを熱焼成することで、 CNT 表面上に Fe-N-C 構造が被覆された Fe-N-C/VACNT 構造の作製が可能であることを示し た。



図 2 FePc/VACNT 複合体(上図)と Fe-N-C/VACNT 触媒(下図)の透過型電子顕微鏡像.

得られた Fe-N-C/VACNT について、ORR 活性 能について評価を行った。図 3(a)は、市販の Pt 触媒である Pt/C と Fe-N-G/VACNT 触媒の対 流ボルタモグラムを示す(Pt/C は 0_2 飽和 0.1M HC104 中での結果)。

両触媒とも+1.0V_{RHE}から負電位側への電位



図 3 (a) 0₂ 飽和 0.5M H₂SO₄ 中での Fe-N-C/VACNT 触 媒(赤線)と 0₂ 飽和 0.1M HCIO₄ 中での Pt/C 触媒(黒 線)の RRDE カーブと(b) そのときの反応電子数.

掃引により、ORR によるカソード電流が観察 される。拡散限界電流値が半分になる電位は 半波電位と呼ばれ、ORR 活性能を示す一つの 指標であり、この値が正電位側に大きいほど 高い ORR 活性能を有することを意味する。 Pt/C 触媒の半波電位は、0.83V_{RHE} であるのに 対し、Fe-N-C/CNT 触媒のそれは 0.79V_{RHE}であ リ、Pt/C 触媒に近い ORR 活性能を有すること が示された。反応電子数についても評価した 結果、Pt/C 触媒は4 電子 ORR を有するのに対 し、Fe-N-C/VACNT 触媒もそれに近い値を有す ることが明らかとなった(図3(b))。この結果 は、高電気伝導性の VACNT を用いたことによ リ、CNT Fe-N-C 間、CNT - CNT 間における高 効率な電子移動が実現、過電圧が低減したこ とで高いORR 活性能を示したことを示唆する。

(2) 活性サイト定量評価と高活性化

さらなる高活性化の指針を得るため、Fe-N -C 活性構造に関する定量評価技術を確立し、 活性構造やその数密度の最適化による高 ORR 活性化を行った。

一般的に電気化学的手法によって得られる ORR 由来の質量電流密度は以下の式で表される。

 $I_{\rm k} = e \times \text{TOF} \times \text{MSD}$ (1)

J_kは活性化支配質量電流密度(Ag⁻¹)、eは 電荷素量、TOF は触媒回転頻度(esite⁻¹s⁻¹)、 MSD は質量サイト密度(sites g⁻¹)である。J₄ は ORR 活性能を示し、TOF と MSD は J を決定 づける重要因子である。はじめに、電気化学 的手法により、MSD と TOF、J_kの定量評価を試 みた。図4(a)の点線は、0, 飽和希硫酸中にお ける CV を示す。0.75V_{RHE} 付近に Fe-N-C 活性 サイトの ORR 由来のピークが観察される。-方、Ar 飽和中では 0.65V_{RHE} 付近に Fe-N-C 構 造中の Fe²⁺/Fe³⁺由来の 1 電子酸化還元 (redox)ピークが明瞭に観察される(図 4(a) 実線)。この redox ピークは反応した電荷量、 すなわち、Fe-N-C 活性サイトの数量に対応す るため、その面積から Fe-N-C 活性サイト数 を算出、担持した触媒質量で割ることで MSD を見積もることができる。また、図 4(b)の 0, 飽和溶液中における対流ボルタモグラムか ら、拡散限界電流密度と0.8V_{RHE}における電流 密度を求め、0.8 V での 4 を算出、(1)式から 」、と MSD から TOF を算出した。このプロセス により、ORR 活性能を示す J_kとそれらを決定 づける MSD および TOF の定量評価が可能であ ることを示した。



図 4 (a) 0_2 および Ar 飽和 0.5M H_2SO_4 中での Fe-N-C/VACNT 触媒の CV. (b) 0_2 飽和 0.5M H_2SO_4 中 での Fe-N-C/VACNT 触媒の RRDE カーブ.

この定量評価法をもとに、さらなる高 ORR 活性化のための知見を得ることを試みた。 Fe-N-C 活性サイトの形成過程の制御が高 ORR 活性にカギとなると考え、Fe-N-C 構造形成に 重要な焼成過程の熱履歴に着目した。焼成温 度は 900 と固定し、任意の時間で連続的に 焼成する"連続加熱プロセス"と、900 で1 分間加熱・冷却を繰り返し行う"短時間加熱 繰返しプロセス"の2プロセスを比較し、焼 成プロセスが 小や MSD、TOF に与える影響に ついて精査した。特に、連続加熱プロセスは、 Fe-N-C 触媒の焼成方法として一般的に用い られている手法である。図5(a)は、連続加熱 プロセスの温度プロファイルで、(c)-(e)は 各焼成時間における定量評価法から見積も った J₄と TOF、MSD である。ORR 活性能を示す んは、加熱時間が10分程度で最大値をとり、 その後は活性が低下するのが分かる(図 5(c))。一方、TOF は短時間の加熱で増加し、 その後は 0.4 (e si te⁻¹ s⁻¹)程度で一定値をと ること、MSD は加熱時間が増加するにつれ単 調減少するのが明らかになった。この結果か ら、連続加熱プロセスでは、TOF および MSD は加熱時間の影響を受けること、結果として ORR 活性能が最大となる最適な加熱時間が存 在することが示された。

次に、短時間加熱繰返しプロセスの触媒活 性能評価を行った。図5(b)は、短時間加熱繰 返しプロセスの温度プロファイルであり、 (f)-(h)はそれぞれ J_kとTOF、MSDである。横 軸の加熱時間は900 まで加熱した時間と繰 返し数を掛け合わせた数値である。J_kは、1 分間の加熱と急冷を5回繰り返す、すなわち、 合計で5分間の加熱時間(1 min x 5 回)で最 大値をとり、連続加熱プロセスのそれと同様

なトレンドを示したが、最大値の値は連続加 熱プロセスのそれと比べ、およそ 2 倍程度、 大きな値を示すことが明らかになった。TOF のトレンドと値は短時間で増加してその後 は 0.4 (e si te⁻¹ s⁻¹)程度で一定値をとり、連 続加熱プロセスと同様に傾向を示した(図 5 (g))。

一方、MSD は加熱時間が5 分程度で

最 大値をとり、その後は単調減少する傾向が観 察され、連続加熱プロセスのトレンドとは異 なることが明らかとなった。また、MSD の最 大値は、連続加熱プロセスの値よりも2倍程 度増加することが示された。これらの結果か ら、短時間加熱繰返し加熱プロセスでは、そ の焼成時間の最適化により連続加熱プロセ スよりも ORR 活性能が2倍程度増加すること、 また、この増加は TOF の増加ではなく、MSD の増加が関与していることが定量評価によ ってはじめて明らかとなった。



図5 (a)連続加熱プロセスおよび(b)短時間繰返 し加熱プロセスの温度プロファイル.連続加熱 プロセスにおける (c) J_k および (d) TOF, (e) MSD の加熱時間依存性.短時間繰返し加熱プロセス における (f) J_k および (g) TOF, (h) MSD の加熱時 間依存性.

焼成プロセスが んおよび TOF、MSD に与え る影響について精査するため、⁵⁷Fe メスバウ アーおよび X 線光電子分光(XPS)による評価 を行った。測定は、連続加熱プロセスである 1 min、5 min、60 min および短時間加熱繰返 しプロセスの 1 min x 5 回の 4 試料について 行った。初めにメスバウアー分光法を用いて、 Fe-N-C 活性サイトの構造評価を行った。観察 されたメスバウアースペクトルから、Fe-N-C 活性サイトに関与する 3 つの Doublets のピ ークが観察される。それぞれ D1、D2 および D3 と呼ばれるピークで、あり低スピン、中間、 高スピン状態にある平面状 Fe-N-C 構造に由 来する。過去の報告から、D1 および D3 ピー

ク由来の Fe-N-C 構造は、Fe 原子の 3dz²軌道 が非占有状態であり 0,吸着が可能なため、 ORR 活性サイトとして機能するのに対し、D2 ピーク由来の Fe-N-C 構造は ORR 不活性であ ると示唆されている。各試料について、触媒 中における ORR 活性な Fe-N-C 活性サイト数 の割合((D1+D3)/(D1+D2+D3))について見積 もった(図 6(a) 左軸)結果、連続加熱プロセ スでは、1 min では ORR 活性な Fe-N-C サイト 数の割合は小さいが、加熱時間が増加すると その割合が増加すること、短時間繰返し加熱 プロセスである1 min x 5 回の試料は、連続 加熱プロセスの5 min とほぼ同程度の値を示 すことが明らかとなった。また、図 5(d)およ び(g)の TOF の結果と重ねてプロットすると、 TOF と ORR 活性な Fe-N-C サイト数の割合に対 する加熱時間の傾向が一致するが明らかと なった(図 6(a)右軸)。この結果は、TOF は ORR 活性な D1 と D3 の Fe-N-C サイト数に関与し ていること、また、焼成プロセスの違いは、 D1 および D3 構造をもつ Fe-N-C サイト形成に 影響が無いことが明らかとなった。



図 6 (a)加熱時間における(D1+D3)/(D1+D2+D3) と TOF のグラフ.(b)各加熱時間における Fe お よびピリジン N の存在割合と MSD.

次に XPS により、Fe-N-C 構造の構成元素で ある N_{1s} および Fe_{2p} 由来のピーク分析を行う ことで、焼成プロセスが MSD に与える影響に ついて精査した。 N_{1s} のピークは、ピリジン型 (~398.7eV)、ピロール型(~400.3eV)、クア テナリ型(~401.2 eV)の3つのピークが重な って観察される。これらのうち、ピリジン型 N は、Fe-N-C 構造の Fe と配位結合する要素 構造であり、その存在量は MSD に影響を与え る。また、 Fe_{2p} のピーク解析から、触媒中に 含まれる Fe 含有量を見積もることが可能で ある。Fe およびピリジン型 N の存在量と焼成 時間についてプロットした結果を図 6(b) 左 軸)に示す。連続焼成プロセスにおいて、焼 成時間が長くなると Fe およびピリジン型 N 原子の存在割合が共に減少し、図5(e)および (h)から得られた MSD の焼成時間依存性と同 様な傾向があるのが明らかとなった(図 6(b) 右軸)。この結果は、長時間加熱では、Fe お よびN原子の熱脱離や、ピリジン型Nの熱分 解が進み、結果として MSD が減少することを 示唆する。一方、短時間加熱繰返しプロセス である1 min x 5 回の試料では、Fe およびピ リジン型 N の存在割合は、連続加熱プロセス の1 min とほぼ同程度の値を示し、連続加熱 プロセスで同じ加熱時間である5 min の試料 よりも2倍程度大きな値を示した。また、MSD も同様に、1min x 5 回の試料の MSD は、連続 加熱プロセスの5minの試料よりも2倍程度、 1 minの試料とほぼ同様な値を示し、Fe およ びピリジン型Nの存在割合とMSDの間に強い 相関性があることが示された。この結果は、 短時間加熱繰り返しプロセスでは、最適な繰 返し回数において、熱による Fe および N の 脱離やピリジン型Nの分解が連続焼成プロセ スと比べて抑制されること、結果的に MSD の 増加に寄与していることを意味する。以上の 結果から、熱履歴の違いが MSD に大きな影響 を与えることを明らかにした。

このように観察された加熱時間および焼 成プロセス(熱履歴)の違いが TOF および MSD に与える影響について、以下の活性サイト形 成プロセスを考慮することで考察すること ができる。

一般的に考えられている Fe-N-C 活性サイ ト形成プロセスは、初期加熱過程で CNT 表面 上の FePc 分子が熱分解し、その後、Fe およ び N、C 原子の拡散と熱脱離、Fe-N-C 活性サ イトの形成と熱分解、Fe をベースにしたナノ 微粒子形成が同時に進行するものと考えら れている。

連続焼成プロセスにおいて、1 min といった短時間での加熱では、Fe やN原子は触媒内に十分に存在し、多くの Fe-N-C 構造が形成するが、不十分な熱エネルギーにより ORR 活性な平面型構造をもつ D1 および D3 構造をもつ Fe-N-C 構造の形成量が少ない。加熱時間を長くすると ORR 活性な Fe-N-C 構造の形成が促進し、その割合は一定となる(TOF が一定)が、Fe-N-C 構造の分解と形成において、Fe および N の熱脱離や Fe ベースのナノ微粒子形成が促進され、Fe-N-C サイト数の減少(MSD の減少)を招くものと考えられる。

短時間加熱繰返しプロセスでは、急冷効果 による Fe および N 原子の中間状態形成の関 与が示唆される。1 min の加熱時間の後の急 冷は、Fe 原子が C もしくは N 原子と結合し中 間状態を形成するものと考えられる。これら 中間状態の化合物は一時的な熱的ピン止め 効果として機能し、Fe および N 原子の熱脱離 を抑制すると同時に、Fe-N-C 活性サイトの前 駆体構造になるものと考えられる。最適な短 時間加熱・急冷の繰返しは、ピン止め効果に より Fe-N-C 構造形成が促進されると同時に ORR 活性な Fe-N-C 構造が形成するが、繰返し 数が増えると、長時間の加熱と同様な機構で、 Fe-N-C 活性サイト数が減少(MSD が減少)し、 ORR 活性も低下するものと考えられる。観察 された現象を完全に理解するためには、さら なる実験的証拠を得ることが必要不可欠で あるが、短時間加熱繰返しプロセスといった 焼成プロセスを制御することで、MSD を増加 させ、Fe-N-C/VACNT 触媒の ORR 活性能を向上 させることが可能であることを明らかにし た。

5. 主な発表論文等

(研究代表者、研究分担者及び連携研究者に は下線)

〔雑誌論文〕(計5件)

satoshi Yasuda, Ryosuke Takahashi, Ryo Osaka, Ryota Kumagai, Yasumitsu Miyata, Susumu Okada, Yuhei Hayamizu, Kei Murakoshi "Out-of-Plane Strain Induced in a Moire Superstructure of Monolayer MoS_2 and $MoSe_2$ on Au(111) " Small. 査読有 Vol. 13, 2017, pp.1700748-1700748 DOI:10.1002/smll.201700748 satoshi Yasuda, Takahiro Yoshii, Shohei Chiashi, Shigeo Maruyama, Kei Murakoshi "Plasmon-Induced Selective Oxidation Reaction at Single-Walled Nanotubes " ACS Carbon beilaga Materials & Interfaces. 査読有 Vol. 9, 2017, pp.38992-38998 DOI:10.1021/acsami.7b07636 satoshi Yasuda, Shinji Hoshina, Shohei Chiashi, Shigeo Maruyama, Kei "Electronic Murakoshi Structure Characterization of Individual Single-Walled Carbon Nanotube by in-situ Electrochemical Surface-Enhanced Raman Scattering Spectroscopy "Nanoscale. 查読有 Vol. 8, 2016, pp.19093-19098 DOI:10.1039/c6nr05209f satoshi Yasuda, Atom Furuya, Yosuke Uchibori, John Kim, Kei Murakoshi "Iron-Nitrogen-Doped Vertically Aligned Carbon Nanotube Electrocatalyst for the 0xygen Reaction " Reduction Advanced Functional Materials. 查読有 Vol. 26, 2016, pp.738-744 DOI:10.1002/adfm.201503613 <u>satoshi Yasuda</u>, Ryota Kumagai, Koji Nakashima, Kei Murakoshi "Electrochemical Potential Stabilization Reconstructed of Au(111) Structure by Monolayer Coverage with Graphene" The Journal

of Physical Chemistry Letters. 査読有 Vol. 6, 2015, pp.3403-3409 DOI:10.1021/acs.jpclett.5b01488

〔学会発表〕(計9件)

<u>保田諭</u> " グラフェン 金属界面で形成し た水素ナノバブル評価 " 電気化学会第 85 回大会, 2018.

<u>保田諭</u> "グラフェン Au(111)界面に形 成した水素ナノバブルの STM 観察" 電 気化学秋季大会, 2017.

<u>Satoshi Yasuda</u> "Fabrication of Graphene-Au(111) Interface for Proton Permeability Analysis of Monolayer Graphene at Nanometer Scale" The 8th International Symposium on Surface Science, 2017.

<u>保田諭</u> "Au(111)電極上に合成した単層 グラフェンのプロトン透過能評価" 第 64 回応用物理学会春季学術講演,2017.

<u>保田諭</u> " 単層グラフェンの電気化学的プ ロトン透過能評価 " 電気化学会第 84 回 大会, 2017.

<u>保田諭</u> "Fe-Nドープ垂直配向カーボンナ ノチューブ酸素還元触媒の開発"第65 回高分子討論会,2016.

<u>Satoshi Yasuda</u> "Carbon Nanotube Electrocatalyst for Oxygen Reduction Reaction" The Collaborative Conference on 3D and Materials Research, 2015.

<u>Satoshi Yasuda</u> "Iron-Nitrogen-Doped Nanographene Coated Carbon Nanotubes as Oxygen Reduction Reaction Catalyst" The 16th International Conference on the Science and Application of Nanotubes, 2015.

```
〔その他〕
```

https://asrc.jaea.go.jp/soshiki/gr/Nano scale-gr/member.html

6.研究組織

(1)研究代表者
 保田 諭(Yasuda, Satoshi)
 国立研究開発法人日本原子力研究開発機
 構・原子力科学研究部門 先端基礎研究センター・研究職
 研究者番号:90400639