科学研究費助成事業

平成 2 8 年 6 月 9 日現在

研究成果報告書



機関番号: 13901
研究種目: 研究活動スタート支援
研究期間: 2014~2015
課題番号: 2 6 8 8 9 0 3 4
研究課題名(和文)コアシェル構造を有する新奇Mg-Pdナノ粒子の開発と水素吸放出特性評価
研究課題名(英文)Fabrication and characterization of the core-shell type Pd/Mg nanoparticles for the hydrogen storage application
研究代表者
小川 智史(Ogawa, Satoshi)
名古屋大学・工学(系)研究科(研究院)・助教
研究者番号:70739101
交付決定額(研究期間全体):(直接経費) 2,100,000 円

研究成果の概要(和文):本研究はMgの核とPdの外殻からなるコアシェル構造を有するナノ粒子(Pd/Mgナノ粒子)の 作製を目的として行なわれた。Pd/Mgナノ粒子の作製にはガス中蒸発法を用い、ナノ粒子作製装置を2段に連結させる ことでMgコアとPdシェルの形成を試みたが、PdがMgナノ粒子表面上でナノ粒子状になってしまい、MgコアをPdシェルで 完全に被覆することは達成できなかった。しかし、このナノ粒子材料の水素吸蔵量を調べたところ、9割近くのMg原子 が水素化されており、既往の結果をしのぐ性能が得られた。X線を用いた化学状態分析の結果、Pdナノ粒子とMgナノ粒 子の間では金属間化合物が形成されていることが明らかとなった。

研究成果の概要(英文):We have attempted the fabrication of the core-shell type nanoparticle composed of Mg core and Pd shell (Pd/Mg NPs) for the hydrogen storage application. The gas evaporation method using He gas was adopted to fabricate the Pd/Mg NPs. The evaporated Mg atoms were condensed into the Mg NPs in the He gas atmosphere. After that, the surface of the Mg NPs was decorated with Pd. As a result, unfortunately, we have not been able to establish the covering the Mg NPs with Pd shell. The Pd atoms have formed the Pd NPs on the surface of the Mg NPs.

We have investigated the hydrogen storage property of this composite material of the Mg and Pd NPs. The almost 90% of the Mg atoms in this material have been hydrogenated at the room temperature. The analyses of the chemical state using X-ray have revealed that the interfacial Mg-Pd alloy is formed between Mg and Pd nanoparticles.

研究分野:ナノ材料工学

キーワード: コアシェル型ナノ粒子 水素吸蔵材料 マグネシウム パラジウム XPS NEXAFS

2版

1.研究開始当初の背景

Mg は水素化物 (MgH₂) を形成することで 7.6 wt%もの水素を吸蔵することが可能であ り、軽量かつ安価なことも相まって実用材料 として有力視されている。しかし、Mg表面が 水素分子の解離に対して不活性であり、かつ MgH₂自身が材料中の水素拡散を制限するた め、結果的に Mg の水素吸放出には 300 ℃ 以 上の高温条件が不可欠である点が実応用の妨 げとなっている。水素分子の解離活性の向上 に関しては、Pd による被覆が有効である。Pd を表面上に成膜した Mg 薄膜は室温、1 気圧の 水素雰囲気下における水素吸放出が可能であ ることが報告されている¹⁾。さらにこの材料を ナノ粒子化することで固体内部での水素拡散 がナノ粒子の半径程度まで短くなるため、 MgH₂による水素拡散の抑制を極限まで低減 することが可能である。

2.研究の目的

本研究では室温、1気圧の水素雰囲気下で も繰り返し水素吸放出が可能な材料の創成を 目的として、PdでMgナノ粒子表面を一様に 被覆した材料(Pd/Mgナノ粒子)の作製とそ の評価を試みた。Pd/Mgナノ粒子の概念は図 1に示すとおりであり、Mgの核とPdの外殻 によって構成されたコアシェル型構造の創成 を目指した。コアシェル型であれば、水素分 子解離触媒としてのPdと水素吸蔵サイトとし てのMgというそれぞれの役割に対して最適 化された構造になっている。また、副次的な 利点として耐大気酸化性の向上が見込まれる。 Mgナノ粒子は大気中の酸素や水分子と速や かに反応することが知られており、Pd 層が



図1. Pd/Mg ナノ粒子の概念図.



図2.Pd/Mgナノ粒子作製に用いたタン デム型ナノ粒子作製装置.

Mg 核を保護する役割も担うと期待できる。Pd 層から Mg ナノ粒子に水素が拡散する過程に おいて重要になるのが Mg-Pd 界面における化 学状態である。Pd/Mg 薄膜において、Pd 層か ら Mg 層へと水素が速やかに拡散するために は界面において Mg-Pd 合金層が形成されてい る必要がある²⁾。本研究ではこの合金層の化学 状態分析の手法として X 線光電子分光法 (XPS)とPdL3端近傍 X 線吸収微細構造分析 (Pd L3-edge NEXAFS 分析)を利用した。こ れら X 線を用いた分析手法は非破壊で、かつ 指紋的に化学状態を同定することが可能なた め、界面化学状態分析に最適な手法であると いえる。

3.研究の方法

ー般にコアシェル型ナノ粒子の作製には液 相で金属イオンを還元させる手法で作製する 場合が多いが、この手法ではイオン化傾向の 違いによってコア部分とシェル部分を構成す る元素が限定されてしまい、かつ Mg を還元 するためにLiを含む強力な還元剤を必要とす るため³⁾、作製可能な形態、条件に非常に多く の制約が見込まれる。そこで、本研究では気 相中のナノ粒子作製手法のひとつであるガス 中蒸発法を用い、ナノ粒子作製装置を図2の



図3. Pd/Mg ナノ粒子の TEM 明視野像.

ように連結させることでコアシェル型ナノ粒 子の作製を試みた。ガス中蒸発法は希ガス中 で金属を蒸発させることで、蒸発した金属原 子が希ガス原子との衝突を繰り返し、運動エ ネルギーを失う(冷やされる)ことで凝集し、 ナノ粒子が形成される手法である。以下では コアシェル型ナノ粒子形成過程について述べ る。

最下部のナノ粒子形成室を He ガス(純度 99.99995%)で満たした後に Mg を蒸発させる ことで Mg ナノ粒子が形成される。ナノ粒子 作製中において最上部のナノ粒子固着室は真 空排気されており、最上部と最下部の間にお ける差圧によってナノ粒子は上部側へと輸送 される。

2 段目の Pd 層形成室に輸送された Mg ナノ 粒子に対して、ワイヤー状の Pd を通電加熱す ることで Pd 層の成膜を行う。このとき、1 段 目と 2 段目の間で十分な差圧が生じていなけ ればナノ粒子の輸送はできないため、SUS 管 の内径を徐々に大きくし、各部屋における排 気速度を調整することによって差圧を生じさ せた。Pd 層の厚さは Pd ワイヤーへの通電量 で制御可能である。

Pd 層を成膜した後に、ナノ粒子を最上部の ナノ粒子固着室へと輸送し、XPS 測定用基板 である Si 板、XAFS 測定用基板のカプトン膜 にそれぞれ固着させた。

ナノ粒子固着室には水晶振動子微量天秤 (QCM)のセンサーヘッドが設置されており、 QCMを用いて Pd/Mg ナノ粒子試料の水素吸 蔵量の定量が可能である⁴⁾。QCM は水晶振動 子表面上における物質の吸着などによる質量 変化を水晶の振動数変化として知ることが可 能であり、質量分解能が非常に高いことが特徴である。本研究ではあらかじめ Pd/Mg ナノ 粒子を固着させた水晶振動子に水素ガス(純度 99.99%)を曝露することで、Pd/Mg ナノ粒 子の水素吸蔵量を定量した。

XPS 測定装置はナノ粒子作製装置と真空槽 を介して接続されており、大気非曝露条件で の測定が可能となっている。Pd/Mg ナノ粒子 をSi基板上に固着させた後にXPS測定装置に Pd/Mg ナノ粒子試料を輸送し、励起光源とし て Mg Ka 特性 X 線 (1253.6 eV) 電子エネル ギー分析器として Phoibos-100(SPECS GmbH) をそれぞれ用いて XPS 測定を行った。

Pd L₃-edges NEXAFS 測定は立命館大学 SR センターBL-10 にて行った。ゴロブチェンコ 型二結晶分光器を用いて X 線の単色化を行い、 分光結晶として Ge(111)を用いた。入射 X 線エ ネルギーの校正は、金属 Pd 粉末のスペクトル における第一ピークのエネルギー位置を 3174.5 eV にすることで行った。NEXAFS ス ペクトルは部分蛍光 X 線収量法を用いて取得 した。

4.研究成果

図3にTEM 観察で得られた Pd/Mg ナノ粒 子の明視野像を示す。図中では 20 nm 程度の Mg ナノ粒子の周りを 2~3 nm の Pd ナノ粒子 が覆っている様子が見て取れ、Mg ナノ粒子 上に Pd 層が形成されている様子は確認でき ない。Pd 層の形成を目的として Pd 蒸発量と Pd 層形成室における He ガス圧力をパラメー タとしてさまざまな条件での試料作製を試 みたが、Pdシェルの形成にはいたらなかった。 この原因として、Pd 蒸発量の不足または Mg ナノ粒子表面上で Pd が粒子状にしか成長し ない (Volmer-Weber 型成長) などの原因が考 えられる。いずれにせよ、Mg ナノ粒子が通 過する経路上における Pd 原子密度を高める ことで問題の解決が期待できるが、本研究で 用いた Pd ワイヤーの直接通電加熱では蒸発 原子が Pd 層形成室中に等方的に分散するの みであり、より指向性の高い Pd 原子供給方 法として水平対向ターゲットを用いたスパ ッタ法などが望ましいと考えている。



図4 Pd/Mgナノ粒子の 303 K における P-C 等温線.

図4にQCMを用いて得られた Pd/Mg ナノ 粒子の圧力組成等温線を示す。これは水晶振 動子上に固着した Pd/Mg ナノ粒子に対して 大気曝露を経ずして得られた結果であり、大 気酸化による影響は考慮しなくても良い。 0.01~1 Torrの広い圧力範囲で見られるプラト ー領域は Mg の水素吸蔵によるものであり、 Mg のみの水素吸蔵量は 2.8 wt%であった。こ のときの QCM で見積もった Mg と Pd の質量 比(Mg/Pd)が 0.70 であったことを考慮する と、全 Mg 原子の 89 %が水素吸蔵しているこ とを示しており、Pd ナノ粒子で Mg ナノ粒子 表面を修飾することでほぼ全ての Mg 原子は 水素化することができたといえる。

本研究では全 Mg 原子のうち9割近くもの Mg を水素化することに成功したが、これま



図5. Pd/Mg ナノ粒子の Mg2p 内殻電 子 XPS スペクトルと Pd 板の Pd4p スペ クトル.差分スペクトルはこれらのス ペクトルの差し引きによって得られ た.

でに作製できているMgナノ粒子とPdナノ粒 子の複合材料では最高でも 75%までしか水 素化が達成できていない。本研究で立ち上げ たタンデム式ナノ粒子作製装置によって高 い水素化割合が達成できたといえる。

Pd/Mgナノ粒子の Mg2p 内殻電子の XPS ス ペクトルを図5に示す。ここで、MgとPdを 含む試料の XPS スペクトルにおいては Mg2p と Pd4p のスペクトルが常に 45~60 eV 付近に 重なって見られることに注意が必要である。 Mg2p スペクトルのみを取り出すために、本 研究では Pd 板の Pd4p スペクトルの差し引き を行なった。Pd4p スペクトルの面積強度は Pd/Mg ナノ粒子と Pd 板のそれぞれから得ら れた Pd3d スペクトルの強度を用いて規格化 した後に差し引きに用いた。その結果得られ た差分スペクトルは図5に示されている。差 分スペクトルは2つの成分に分けることが 可能である。ひとつは 51 eV 付近にピークを 持つ Mg²⁺の化学状態に起因するピークと、そ れより低束縛エネルギー側に見られる成分 である。この低束縛エネルギー側の成分は Mg単体(Mg^0)由来のピークに比べても低束 縛エネルギー側に位置していることから、Mg と Pd からなる金属間化合物由来の成分であ ると考えられる。すなわち、Mg ナノ粒子と Pd ナノ粒子の界面またはその周囲では合金 相を形成していることが XPS から明らかと なった。

Pd/Mgナノ粒子のPdL₃-edge NEXAFS を図 6に示す。化学状態の標準としてPd板のスペクトルを同様に示している。Pd周りの配位 環境が変化することで、そのL₃-edge NEXAFS の第1ピークにシフトが見られることが知 られているが⁵⁾、図6のPd/Mgナノ粒子のスペクトルにはそういった、いわゆる化学シフ トと呼ばれるものは見られず、第1ピークよ り高エネルギー側の構造もPd板(Pd⁰)と一 致していた。すなわち、Mgナノ粒子表面上 のPdナノ粒子の大部分は0価の状態にあり、 Mgナノ粒子との金属間化合物は界面近傍の みに限られると考えられる。



< 引用文献 >

- 1) 吉村和記, 表面技術 56, 882 (2005).
- K. Yoshimura, Y. Yamada, M. Okada, Surf. Sci. 566-568, 751 (2004).
- Ki-Joon Jeon, H.R. Moon, A.M. Ruminski, B. Jiang, C. Kisielowski, R. Bardhan and J.J. Urban, *Nature Materials* 10, 286 (2011).
- 4) I. Kulchytskyy, M. G. Kocanda, and T. Xu, *Appl. Phys. Lett.* **91**, 113507 (2007).
- 5) Z. Liu, K. Handa, K. Kaibuchi, Y. Tanaka, J. Kawai, *Spectrochim. Acta* **59B**, 901 (2004).

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 1件)

<u>Satoshi Ogawa</u>, Hiroyuki Suzuki, Chie Tsukada, Tomoko Yoshida and Shinya Yagi, *e-J Surf. Sci. Nanotech.*, 查読有, 14, pp. 150-153 (2016).

〔学会発表〕(計 5件)

<u>小川 智史</u>,原田和美,金井友美,塚田千 恵,小川 雅裕,太田 俊明,内山直樹, 八木 伸也,平成 27 年度立命館大学 SR センター研究成果報告会,立命館大学 びわこ・くさつキャンパス,2015 年 6 月 13 日. <u>小川智史</u>,原田和美,金井友美,塚田千 恵,小川雅裕,太田俊明,内山直樹,八 木伸也,第 18 回 XAFS 討論会,高エネ ルギー加速器研究機構・小林ホール, 2015 年 7 月 29-31 日.

<u>Satoshi Ogawa</u>, Chie Tsukada, Masahiro Ogawa, Toshiaki Ohta, Tomoko Yoshida, Shinya Yagi, 10th International Symposium on Atomic Level Characterizations for New Materials and Devices '15 (ALC '15). Kunibiki Messe, Matsue, Shimane, Japan, October 25 - 30, 2015. Satoshi Ogawa, Hiroyuki Suzuki, Chie Tsukada, Tomoko Yoshida and Shinya Yagi, International Symposium on EcoTopia Science '15 (ISETS '15), Nagoya University, Nagoya, Aichi, Japan, November 27 - 29, 2015. 小川 智史,小川 雅裕,塚田千恵,太田 俊 明,八木伸也,第29回日本放射光学会 年会・放射光科学合同シンポジウム,東 京大学柏の葉キャンパス駅前サテライト, オークビレッジ柏の葉 2016年1月9-11 日.

〔図書〕(計 0件)

〔 産業財産権 〕 出願状況(計 0件)

取得状況(計 0件)

〔その他〕 ホームページ等

6.研究組織
(1)研究代表者
小川 智史(OGAWA, Satoshi)
名古屋大学・大学院工学研究科・助教
研究者番号: 70739101