錯体系およびペロブスカイト系水素化物の化学結合の解明と水素貯蔵材料の開発

名古屋大学・エ 森永正彦、湯川宏、新里喜文、渡邉直、守作直人

東北大学・金研 折茂慎一、中森裕子、池田一貴

1. 研究背景および目的

21 世紀のエネルギー関連材料の研究において、クリーンな水素エネルギーを積極的に利用するための高容 量水素貯蔵材料の開発が急務である。

∆Фх-і

差

6

支

번

ンの電気隙

 \mathbf{k}

5××1

オン

ξ

申請者らはこれまで、種々の水素化物の電子 状態を第一原理計算により計算し、構成イオン 間の化学結合と水素貯蔵機能の関係を調べてき た。錯体水素化物 M(XHm)n では、水素 H は元 素 Xと共有結合し、

錯イオン[XHm] を

形成する とともに、この錯イオンが金属イオン Mとイオ ン結合することにより安定化している。この理 解をもとに、右図に示す錯体系水素化物の「相安 定性指標図」を提案している。ここで、横軸は、 錯イオン中の X-H 結合の強さを、XH 二原子分 子の結合エネルギーで表している。縦軸は電荷 移行による金属イオン Mと錯イオンの間の結合 の強さを、 $M \ge X$ の間の電気陰性度の差 $\Delta \phi_{XM}$ で表している。これらのパラメータが小さい水 素化物ほど、化学結合が弱く相安定性が低いと 考えられる。また、ペロブスカイト水素化



物においては、 $MMgH_3$ (M = Na、K、Rb)を合成し、実験および計算によりイオン結合が支配的であることを明らかにするとともに、脱水素化温度が 673K 以上であることを確認してきた。

本研究では、これまで結晶構造および脱水素化特性がほとんど明らかにされていない錯体系水素化物 Ca(AlH4)2およびペロブスカイト水素化物 CaNiH3に着目して、昇温水素脱離(TDS)測定および圧力 - 組成 -等温(PCT)測定によりその相安定性と脱水素化特性を調べた。Ca(AlH4)2については、TiCl3を添加して一 部の水素を脱水素化した後に高圧水素雰囲気下で再水素化を試みた。CaNiH3については、高輝度 X 線回折 測定 - MEM/Rietveld 解析により、構成原子間の結合性を電子密度分布の解析を行った。

2. 実験方法

2.1 錯体系水素化物 Ca(AlH₄)₂

高純度化した NaAlH₄ と CaCl₂を THF 中で環流し、メタセシス反応によって Ca(AlH₄)₂·4THF を合成した。 その後、副生成物である NaCl を沈殿除去し、さらに上澄み液にペンタンを少量加えて Ca(AlH₄)₂·4THF の みを析出させて未反応物質を精製除去した。最後に、THF を除くために 373K で真空熱処理を施し、Ca(AlH₄)₂ の白色粉末を得た。合成後の試料について、XRD 測定およびラマン分光分析を行い相の同定を行った。原料 および試料の取り扱いは、高純度アルゴンで満たされたグローブボックスを用いて空気非接触で行った。

合成した Ca(AlH₄)₂の水素化物の安定性と脱水素化特性を調べるために、TDS 測定、TG/DTA 測定および 容積法による脱水素化速度試験を行った。脱水素化速度試験では、約 200mg の試料を装填した試料セルを、 水素圧力 0.1MPa、室温の条件から任意の温度まで昇温し、その際の圧力変化より試料から放出される水素量 を見積もった。さらに、2mol%の TiCl₃を添加した Ca(AlH₄)₂について 423K にて一部脱水素化させ、その後 35MPa の高圧水素雰囲気下、423K の条件で 67 時間の熱処理を施して再水素化を行った。再水素化処理前後 の試料について TG/DTA 測定より含有水素量を見積もった。 2.2 ペロブスカイト水素化物 CaNiH₃

粉末状の CaH₂ と Ni を Ca: Ni = 1:1 となるよう混合した。この混合粉末を、遊星型ボールミル (Fritsch P7、自公転 400 rpm)を用いて、室温、1.0 MPa の高純度水素雰囲気にて、80 h のミリング処理を施した。 さらにその後、673 K、5.0 MPa の高純度水素雰囲気にて、120 h の熱処理を行い測定試料とした。

合成した CaNiH₃の構造を同定するために、室温での XRD 測定を行った。さらに、高輝度 X 線回折測定を 行い、結晶構造の精密化と電子密度分布の解析を行った。回折測定は、室温にて、波長 λ = 0.0798 nm の X 線 を使用した。測定範囲は 20 = 10.0 ~ 75.0°であり、RIETAN および PRIMA により解析した。水素化物の相安 定性を調べるために、熱処理後の試料について TDS 測定および水素放出の PCT 測定を行った。TDS 測定の 測定条件は昇温速度 5 K min⁻¹で、室温から 873 K までの測定を行った。PCT 測定は、ジーベルツ型 PCT 測定装置を用い、測定温度 573 K、623 K、673 K で行った。

3. 実験結果

3.1 Ca(AlH₄)₂の XRD およびラマン測定

合成した試料について THF を除去する前後の XRD プロファイルを図 2 に示す。THF を除去した試料の Ca(AlH₄)₂の XRD プロファイルは、(c)に示す Fichtner らによってミリング法により合成された Ca(AlH₄)₂の XRD パターンと良く一致していた。本研究で合成した Ca(AlH₄)₂のラマンスペクトルを図 3 (a)に示す。約 3000 cm⁻¹付近の C-H の振動モードの強度が非常に小さくなっており、THF はほぼ除去できていることがわ かる。ラマンスペクトルの結果より、Al-H 振動のメインピークが 1872cm⁻¹ に明瞭に現れている。また 776 cm⁻¹、827 cm⁻¹、899 cm⁻¹、1790 cm⁻¹にもピークが確認された。一般的にアラネート系錯体水素化物では、 *M*-H-Al 結合のベンディングモードが 700 ~ 900 cm⁻¹近傍に現れることが知られている。また、Al-H 結合の伸縮モードが 1600 ~ 1800 cm⁻¹付近に現れる。従って、776、827、899 cm⁻¹のピークは *M*-Al-H 結合のベン ディングモードに対応していると考えられる。同様に、1790 cm⁻¹および 1872 cm⁻¹のピークは Ca(AlH₄)₂ 中の Al-H 結合の伸縮モードであると考えられる。





図 3 ラマンスペクトル、(a)Ca(AlH₄)₂、(b)493K で熱 処理した Ca(AlH₄)₂

3.2 Ca(AlH₄)₂の脱水素化反応

TDS 測定結果を図4に示す。実線が水素のスペクトル、破線が THF のスペクトルを示す。図4(a)に示す ように、THF は水素よりも低温で放出している。一方、図4(b)には、THF のピークがほとんど観測されず、 熱処理によってほとんどの THF が除去できていることがわかる。Ca(AlH₄)₂の TDS 測定結果より、472 K、 515 K、553 K に明瞭な 3 つの水素放出ピークと 673 K 付近にかけて広がるブロードな水素放出 が観測された。一段目のピーク温度は、同じ条件で測定した Mg(AlH4)2の水素放出ピークに比べて約 20K 高いことがわかった。したがって、Ca(AlH4)2 は Mg(AlH4)2 に比べ安定な水素化物であることが実験的に明らかになった。

脱水素化反応をさらに詳細に調べるために、473 Kでの脱水素化速度を測定した。その結果を図5に 示す。昇温後1時間までの間におよそ3.0 wt%の水 素を迅速に放出し、その後緩やかに水素を放出し 24時間でさらに約0.8 wt%の脱水素化が起こっ た。この結果は、473 K において反応速度の異なる二つ の脱水素化反応が起こっていることを強く示唆してい る。

493 K で熱処理を施して一部脱水素化させた Ca(AlH4)2のラマンスペクトルを図3(b)に示す。この 273 熱処理温度は、図4に示した TDS スペクトルにおい

て一段目の脱水素化反応が終了する温度である。図 3(a)に示した脱水素化前のAl-Hの振動に対応す るピークは全て消失し、新たに1331 cm⁻¹と1573 cm⁻¹にピークが現れた。この振動数は、Na₃AlH₆ (1152 cm⁻¹、1562 cm⁻¹)やLi₃AlH₆(1317 cm⁻¹、1606 cm⁻¹)などの六配位の[AlH₆]³⁻ 錯イオン を持つ錯体中間相のAl-H振動のラマンシフトに近 い。すなわち、Ca(AlH₄)₂の分解過程において、錯 体中間相が存在し、その振動数から六配位の [AlH₆]³⁻ 錯イオンを持つ錯体水素化物であること が示唆される。

その後さらに高温まで昇温させた試料のXRD測 定結果を図6に示す。図6(a)に示すように、588 K

まで昇温させた試料では、 $CaAl_4 \ge Al$ の回折ピーク が観測された。すなわち、 CaH_2 の一







図 5 473K における Ca(AlH₄)₂の水素放出量の時間変化

部が分解することによって生じた Ca が Al と反応し、金属間化合物 CaAl₄を形成していることがわかる。さらに 673 Kまで昇温した試料では、CaAl₂が生成していた。また、CaAl₄のピーク強度が減少していた。したがって、CaH₂の分解がさらに進行して、生じた Ca が CaAl₄と反応することによって、CaAl₂が生成していると考えられる。以上の結果より、Ca(AlH₄)₂の分解過程は、まず Ca(AlH₄)₂が CaAlH₅と Ca₃(AlH₆)₂の錯体中間相を経て CaH₂に分解すると考えられる。そして、CaH₂は、Al と反応しながら CaAl₄を一部形成し、最終的に CaAl₂相に分解すると考えられる。この反応を放出水素量と共に以下に示す。

$Ca(AlH_4)_2 \rightarrow CaAlH_5 + Al + 3/2 H_2$	(3.0 wt%)	(1)
$CaAlH_5 + Al \rightarrow 1/3 Ca_3(AlH_6)_2 + 4/3 Al + 1/2 H_2$	(1.0 wt%)	(2)
$1/3 \operatorname{Ca}_3(AlH_6)_2 + 4/3Al \rightarrow CaH_2 + 2Al + H_2$	(2.0 wt%)	(3)
$CaH_2 + 2Al \rightarrow 1/2 \ CaAl_4 + 1/2 \ CaH_2 + 1/2 \ H_2$	(1.0 wt%)	(4)
$1/2 \operatorname{CaAl}_4 + 1/2 \operatorname{CaH}_2 \rightarrow \operatorname{CaAl}_2 + 1/2 \operatorname{H}_2$	(1.0 wt%)	(5)

3.3 Ca(AlH₄)₂の再水素化試験

2mol%の TiCl₃を添加した Ca(AlH₄)₂について、再水素化試験を行った。423 K での熱処理によって一部脱 水素化させた試料を、35 MPa の高圧水素雰囲気下、423 K で 67 時間保持し、再水素化を試みた。再水素化 の前後での水素量を、TG 測定より見積もった。図 7 は、(a)Ca(AlH₄)₂の脱水素化前、(b)一部脱水素化後、(c) 再水素化後の各試料の水素放出量の結果である。423 K での熱処理によって一部脱水素化させた試料は約 4.5 wt%の水素を含有していた。含有する水素量から考えると、この試料は、CaAlH₅ が一部 Ca₃(AlH₆)₂ に分解し

た混合相であると考えられる。

図7(c)に示すように、高圧水素雰囲気下で熱処理を施すことにより、約0.5 wt%の水素量増加が認められた。 このときの水素含有量は約5.0 wt%であり、CaAlH5単相の水素量に相当する。以上の結果より、高圧水素雰 囲気下で熱処理を施したことにより、試料中のCa3(AlH6)2が水素を吸蔵し、CaAlH5を生成する再水素化反応 が起こったと考えられる。しかし、CaAlH5からCa(AlH4)2に完全に再水素化する反応は認められなかった。 図4に示したTDSの結果からも明らかなように、Ca(AlH4)2がCaAlH5およびCa3(AlH6)2に分解する反応は、 反応速度が異なるが同じ温度で進行しており、Ca(AlH4)2とCaAlH5の相安定性に大きな違いは無いと考えら れる。Ca(AlH4)2の相安定性を少しでも増加する方向に改善することで、CaAlH5からCa(AlH4)2への再水素 化反応が35 MPa 程度の水素中下で進行すると期待できる。



図 6 Ca(AlH₄)₂の分解過程における XRD プロファイル; (a)588K まで昇温、(b)673K まで昇温

図7 含有水素量の変化; Ca(AlH₄)₂, (b)423K で熱処 理後、(c)423K, 35MPa の水素中で再水素化処理後

3.4 CaNiH₃の高輝度 X 線回折測定と MEM/Rietveld 解析

CaNiH₃の Rietveld 解析パターンを図 8 に示す。解析の信頼性因子は、 $R_{wp} = 1.31\%$ 、 $R_{I} = 0.93\%$ 、S = 1.41 であった。この解析から、CaNiH₃の結晶構造は、格子定数が a = 0.355093(1)nm の立方晶ペロブスカイト構造と同定された。さらに、MEM/Rietveld 解析により求めた、CaNiH₃の(100)面および(200)面における電子



することにより、イオン性は Ca^{1.99+}と表されるため、ほぼ Ca²⁺としてイオン化している。一方、Ni と水素の 電子密度分布は一部重なっており、イオン結合性と共有結合性の中間的な結合性を示唆している。

3.5 CaNiH₃の PCT 測定結果と脱水素化反応

図10に、4重極型質量分析計により測定した CaNiH₃の昇温脱離曲線を示す。脱水素化反応は400 K 以下という低温から開始しており、脱水素量は次第に増加して約580 K においてピークを示す。同時に測定した熱重量分析から、650 K 以下までに脱水素化された水素量は1.0(2) wt%であることがわかった。この値は水素分析により測定された CaNiH₃の全水素量である2.9(2) wt%のおよそ1/3 にあたる。さらに、昇温過程における脱水素化反応を粉末 X 線回折測定により調べたところ、次の反応が進行していることが示唆された。

 $CaNiH_3 \rightarrow 1/2Ca_2NiH_4 + 1/2Ni + 1/2H_2 \rightarrow CaH_2 + Ni + 1/2H_2$ (6)

すなわち、CaNiH₃は、反応(6)に示すように、昇温過程において一部の水素を放出し、Niの析出を伴いながら Ca2NiH₄ (CaNi0.5H2)へと連続的に遷移する。Ca2NiH4のX線回折プロファイルは Mg2NiH4と類似であり、 錯体水素化物に分類できる。

CaNiH₃の 550 K、600 K、650 K における PCT 曲線を図 1 1 に示す。600 K 以上では CaNiH₃は CaH₂ と Ni に分解し、その後水素圧力を上昇させても再水素化しなかったが、550 K においては、CaNiH₃から一部の 水素が脱水素化し、水素圧力を上昇させると可逆的に水素化した。



図10 CaNiH₃のTDS スペクトル

図11 CaNiH₃の 550K、600K、650K における PCT 曲線

4.まとめ

NaAlH₄ と CaCl₂を出発材料として、THF 中でのメタセシス反応により Ca(AlH₄)₂を合成し、その脱水素 化反応を調べた。本研究では、六配位の[AlH₆]³⁻ 錯イオンを持つと考えられる中間錯体水素化物のラマンスペ クトルを初めて明らかにした。Ca(AlH₄)₂の脱水素化反応は、これまでに提案されている 3 段階の反応ではな く、中間錯体水素化物 Ca₃(AlH₆)₂を経由して 5 段階で進行することが示唆された。さらに、一部脱水素化し た Ca(AlH₄)₂について、35 MPa の高圧水素雰囲気下で再水素化を試みた。その結果、Ca₃(AlH₆)₂が水素を吸 蔵し CaAlH₅に再水素化する反応が進行することわかった。しかし、水素吸蔵量は 0.5 wt%に留まり、35 MPa の圧力条件では Ca(AlH₄)₂に再水素化する反応は起こらなかった。

CaH₂とNiの混合粉末を水素雰囲気でミリングした後、熱処理を施すことにより純良なペロブスカイト水 素化物 CaNiH₃を合成した。高輝度X線回折測定およびMEM/Rietveld解析により電子密度分布を可視化し た結果、水素とNiの電子密度分布が一部重なっており、イオン結合性と共有結合性との中間的な結合を形成 していることが明らかになった。CaNiH₃からは一部の水素が400K以下から放出し、錯体水素化物である Ca2NiH₄へと連続的に遷移することが示唆された。

論文発表:,

- N. Morisaku, I. Nakaya, H. Sawai, H. Hirate, Y.Z. Li, Y. Shinzato, H. Yukawa, M. Morinaga, S. Orimo, K. Ikeda, "Synthesis of Ca(AlH₄)₂ and its dehydrogenation reactions", J. Alloys Compd., (in press).
- 2. N. Morisaku, K. Komiya, Y.Z. Li, H. Yukawa, M. Morinaga, K. Ikeda, S. Orimo, "Synthesis and Decomposition of Pure Ca(AlH₄)₂", Advanced Materials Research, 26-28 (2007), 869-872.
- K. Komiya, N. Morisaku, Y. Shinzato, K. Ikeda, S. Orimo, Y. Ohki, K. Tatsumi, H. Yukawa, M. Morinaga, "Synthesis and Dehydrogenation of M(AlH₄)₂ (M=Mg, Ca)", J. Alloys Compd., 446-447 (2007), 237-241.
- K. Ikeda, S. Kato, Y. Shinzato, N. Okuda, Y. Nakamori, A. Kitano, H. Yukawa, M. Morinaga, S. Orimo, "Thermodynamical stability and electronic structure of a perovskite-type hydride, NaMgH₃", J. Alloys Compd., 446-447 (2007), 162-165.
- 5. K. Ikeda, Y. Kogure, Y. Nakamori, S. Orimo, "Formation region and hydrogen storage abilities of perovskite-type hydrides", Prog. Solid State Chem., 35 (2007), 329-337.
- 6. H. Yukawa, N. Morisaku, Y. Li, K. Komiya, R. Rong, Y. Shinzato, R. Sekine, M. Morinaga, "Raman scattering and lattice stability of NaAlH₄ and Na₃AlH₆", J. Alloys Compd., 446-447 (2007), 242-247.
- K. Ikeda, T. Sato, S. Orimo, "Perovskite-type hydrides syntheses, structures and properties", Int. J. Mater. Res., 99 (2008) 5-9.

口頭発表:

- N. Morisaku, K. Komiya, Y.Z. Li, H. Yukawa, M. Morinaga, K. Ikeda, S. Orimo, "Synthesis and Decomposition of Pure Ca(AlH₄)₂", 6th Pacific Rim International Conference on Advanced Materials and Processing (PRICM-6), 2007, Jeju Island, Korea.
- 2. Y.Z. Li, N. Morisaku, H. Hirate, I. Nakaya, H. Sawai, H. Yakawa, M.Morinaga, "In-situ Raman Spectra during the Decomposition of MAlH₄ (M = Li, Na, K)", 日本金属学会, 2007, 岐阜大学.
- 3. 守作直人, 李宇展, 平手博, 中矢一平, 澤井寛, 池田一貴, 折茂慎一, 湯川宏, 森永正彦, "カルシウムアラ ネート Ca(AlH₄)² の脱水素化反応とTiCl₃添加の効果", 日本金属学会, 2007, 岐阜大学.
- 4. 中矢一平, 澤井寛, 守作直人, 平手博, 李宇展, 湯川宏, 森永正彦, "カルシウムアラネートの脱水素化反応 におけるメカニカルミリングおよびNaClの影響",日本金属学会, 2008, 武蔵工大.
- 5. 澤井寛, 中矢一平, 守作直人, 平手博, 李宇展, 湯川宏, 森永正彦, "NaAlH₄とKAlH₄の混合による融点と 水素放出温度への影響", 日本金属学会, 2008, 武蔵工大.
- 6. 池田一貴,渡辺直希,奥田法樹,大山研司,中森裕子,折茂慎一,竹下博之,"CaPd水素化物の構造変化と 水素化特性",日本金属学会,2008,武蔵工大.