# CuAlO2への Na 添加による抵抗率低減

今井 拓也\* 西 敬生\*\*

# Reducing Resistivity by Na Doping in CuAlO<sub>2</sub>

Takuya IMAI\* Takao NISHI\*\*

#### ABSTRACT

Na-doped  $CuAlO_2$  thin film was prepared using the MOD method, and the relationship between the calcination temperature and crystallinity was evaluated. It was found that 525°C was the optimum temperature for calcination. It was clarified from the intensity and full width at half maximum of XRD peak that the crystallinity of the CuAlO<sub>2</sub> thin film improved as the Na concentration of Na-doped CuAlO<sub>2</sub> increased. In-Plane XRD measurements also suggested that Na was dopeed more inside the membrane than on the surface. By measuring the electrical resistivity of the Na-doped CuAlO<sub>2</sub> thin film, it was found that when Na was increased to 1%, the resistivity decreased, but when it was increased to 10%, the resistivity became higher than non-doped CuAlO<sub>2</sub> thin film.

Keywords : Na-doped CuAlO<sub>2</sub>, metal organic decomposition, XRD characterization, electrical resistivity

## 1. はじめに

現在,実用化されている透明電極材料は n 形伝導性の ものがほとんどである.自由電子よりも移動度が低い正孔 による電気伝導を利用した p 形伝導性材料の電極は多数 キャリアである正孔の移動度が低くなりやすいため,実用 化に至っていない.pn接合を用いた太陽電池にp 形伝導 性の透明電極を用いることができれば,p 形半導体側から の光の入射が実現できる.p 形側からの光入射により,空 乏層の外側の p 形中性領域で生じた電子正孔対のうち, 正孔よりも拡散長の長い電子が少数キャリアであるため,n 形側からの光入射よりも,発電に寄与するキャリアの割合 が増加し,発電効率の向上が期待できる.

代表的な透明 p 形半導体として CuAlO<sub>2</sub> がよく知られている<sup>(1)</sup>. この半導体は無添加で比較的低抵抗率の p 形を示し, バンドギャップが 3.5 eV で, デラフォサイト構造(Fig. 1)を有する酸化物である. CuとOは, Cuを中心にしたダンベルのような形を取り, Al は 6 個の O で作る八面体に囲まれている. Cu と O の結合は Al と O のそれより弱いため,結晶成長過程で Cu 空孔(V<sub>cu</sub>)の形成割合が多くなる. Cu から電子が供給されない O イオンは電子不足となり, V<sub>cu</sub>

\* 2020 年本科卒業

\*\* 電子工学科 教授





はアクセプタとなるため,不純物を添加しなくても p 形の伝 導性を示す.透明電極材料として用いる場合,この V<sub>cu</sub>を 増やして,正孔を増加させる必要があるが,Cu 空孔が増 加しすぎると結晶性の低下につながり,抵抗率を上昇させ る可能性もある.結晶性を保ちながら,V<sub>cu</sub>を効果的に増 加させる方法として,太陽電池材料である Cu カルコゲナイ ド化合物の結晶成長時においてよく知られている Na 効果 <sup>(2)</sup>を CuAlO<sub>2</sub> に応用することを考えた.

Na効果とは結晶成長時にNaを不純物として添加すると 高温状態で結晶格子中のCuサイトに、Cuの替わりに入り 込み,結晶格子形成後には Na のイオン半径の小ささによ り膜中でマイグレーションし, Na2O 等の酸化物として蒸発 すると考えられており,結晶構造を安定化させながらVcuを 増やすことができる方法として知られている. CuAlO2 にお いては固相反応で Cu サイトに 5%程度添加した粉末試料 による評価が行われたことがある<sup>(3)</sup>が, CuAlO2 薄膜として はまだ Na 効果の有用性がほとんど確認されていない.

当研究室ではこれまで, CuAlO2薄膜を有機金属塗布分解法(MOD法)で作製し,遷移金属などの不純物を添加してきた<sup>(4), (5)</sup>. この MOD 法を用いて CuAlO2 に Na を添加し,その効果が認められるかを確認するため, Na 濃度と電気抵抗率の依存性などについて評価を行った.

# 2. 実験方法

製膜に用いた MOD 法は金属有機化合物混合溶液を 基板上に塗布し,溶媒を乾燥させ,溶質を仮焼成で分解 し金属アモルファス膜にし,高温の本焼成で結晶化させる 製膜方法である.以下の 2.1 で仮焼成温度の最適化を検 討し, 2.2 で 2.1 の結果を踏まえた仮焼成条件下で Na 添 加薄膜を作製し, 2.3 で得られた薄膜を評価した.

2.1 仮焼成温度の最適化 MOD 法では仮焼成の温度によって、本焼成時にできる薄膜の結晶性が変わる. そこで最適な仮焼成温度を探索するために、仮焼成温度を変化させて結晶性の評価を行った. (株)高純度化学研究所製 MOD 溶液 Cu-03 と Al-03-P を 1:1 の割合で混ぜた混合溶液を Cu と Al の原料とした. 基板は 13 mm×18 mmの石英ガラスを用いた. 原料溶液の塗布にはディップコート法を採用した. 乾燥は 130°C, 5 分間、仮焼成は窒素雰囲気中で 5 分間加熱した. 仮焼成温度は 500, 525, 550, 575, 600°C の 5 通り行った. 仮焼成を 5 回繰り返した後、窒素雰囲気にした電気マッフル炉の中で 900°C, 3 時間、本焼成を行った.

2.2 Na 添加した CuAlO<sub>2</sub> 薄膜の作製 (株)高純度化 学研究所製の MOD 溶液 Cu-03 と Al-03-p が 1:1 の混合 溶液にシンメトリックス製の SYM-NA03 を 0.01%, 0.1%, 1%, 1.78%, 3.16%, 5.62%, 10%の 7 通りの濃度で混合し た原料溶液を作製した. Na 添加 CuAlO<sub>2</sub> 薄膜の作製条 件は, 乾燥が 130°C で 15 分, 仮焼成が窒素雰囲気中の 525°C で 15 分, 本焼成は窒素雰囲気中の 900°C で 4 時 間, 電気マッフル炉の中に入れて行った. 塗布から仮焼成 までの工程を5回行った後, 本焼成を行った. 本焼成工程 までは 3 回行い, 15 層の薄膜を作製した.

2.3 薄膜の評価 得られた薄膜の結晶性の評価と物 質の同定を行うために X 線回折の測定を行った.薄膜の 面に対してX線源とX線検出器の回転軸が水平な場合の 測定を RIGAKU 製 MultiFlex で,回転軸が垂直になる In-Planeの測定を RIGAKU 製試料水平型 H-XRD で測定 し,評価した. In-Plane での X 線の入射角は膜面から 0.5° の角度とした.また薄膜の電気抵抗率の測定には三菱ケミ カルアナリテック製ロレスタ GX を用いた.

#### 3. 実験結果と考察

3.1 仮焼成温度の最適化 仮焼成を 500, 525, 550, 575, 600°C で作製したときの XRD パターンを Fig. 2 に示 す. Fig. 2 より, 仮焼成温度 600°C以外の試料から CuAlO2 の(003), (006), (009)面など(001)面に関連した回折ピーク が支配的な XRD パターンが得られた. 以前の研究<sup>(4)</sup>では, (株)高純度化学研究所で混合されたものを使っており, 500°Cが最適としたが, 今回用いたものは原料となる有機 材料も異なり, 原料の混合も本校で行ったため, 異なる結 果になったことに矛盾はない. (001)面に関連した回折ピークのみであることが示す c 軸配向膜であるのは以前の研 究<sup>(4)</sup>と同じであるため MOD 法という液相からの成長では c 軸配向しやすいと考えられる.



Fig. 2 MOD 法で作製した CuAlO<sub>2</sub>の薄膜の XRD パターンの仮焼温度依存性.

Fig. 2 で示した XRD パターンの回折ピーク強度と仮焼 成温度をグラフにまとめたものを Fig. 3 に示す. 525℃のと きに最大強度を示すことから,この温度付近が最適と考え られる.

## 3.2 Na 添加 CuAlO2 薄膜の作製と XRD による評価

Fig. 4 にNa 添加 CuAlO<sub>2</sub> 薄膜の XRD パターンを示す. Fig. 4 より全ての試料から, 無添加と同様の CuAlO<sub>2</sub>の c 軸配向を示す(001)面に関連した回折線が得られた.



Fig. 3 XRD 強度-仮燒成温度特性.



Fig. 4 Na 添加 CuAlO<sub>2</sub>の XRD パターンの Na 濃度依存性.

Na 濃度が 0.01%から 1%までの試料においては無添 加とほぼ同じ回折強度の回折パターンであったため, 省略した. 1.78%以上の Na 濃度を添加した場合,同じ 膜厚であるにもかかわらず, Na 濃度が増加するにつれ て CuAlO<sub>2</sub>の回折ピーク強度が増加した. (001)面に関 連したほぼ全ての回折ピーク強度が増加していること から、Na 濃度の増加によって CuAlO2 結晶粒子の量が 増加したと考えられる. このことにより Na に CuAlO<sub>2</sub> の結晶成長を支援する効果があると考えられる. Na 効 果にはCuカルコゲナイドの結晶成長中のVcuを埋める 働きがあると考えられているので、CuAlO2においても 格子欠陥の発生を一時的に抑え、結晶成長を促進させ たと思われる. Na 効果には他にも, 例えば CuInSe2 に おいては、空気中の酸素を Na が触媒となって原子状 酸素を生成し、CuInSe2中の Se 空孔(Vse)を酸素で埋め る効果もあるといわれている<sup>(2)</sup>. CuAlO<sub>2</sub>は酸化物であ り、Naによる触媒の効果は、酸化反応の促進として現 れることが予想される. 今回の作製条件では結晶化工 程である本焼成工程では窒素雰囲気中で行われており, 酸化は原料中に含まれる酸素で行われている.したが って今回の Na の効果は表面での反応ではなく, 膜中 での反応ではないかと考えられる.

また Fig. 4 の 35°から 40°の回折角度の間に見られる CuAlO<sub>2</sub> の(101)と(012)面からの回折ピーク強度をみる と, Na 濃度とは関連がないことがわかる. この(101) や(012)面は粉末試料であれば最も大きな回折強度を 示すピークであり, 膜厚を厚くしてから見られるため, 膜を重ねるごとに表面モルフォロジーが低下し, 無配 向の結晶粒子が増加したために得られたものであるた め, Na の増加とは関連が見られなかったと思われる.

Fig. 5 に最も大きな回折強度が得られた CuAlO<sub>2</sub>の (006)回折線の半値全幅(FWHM)の Na 濃度依存性を示 す.バラツキはあるものの,濃度の増加に対して FWHM が減少傾向を示すことがわかった.XRD の回 折線の FWHM は結晶粒子中の格子定数のずれの幅が 反映されており,FWHM の値が小さいほど,結晶性が



Fig. 5 CuAlO<sub>2</sub>の(006)回折線の FWHM の Na 濃度依存性.

高いとされる. CuAlO<sub>2</sub>への Na の添加によって,結晶 性を向上させる Na 効果が見られたと考えられる.

Fig. 4 の 10%添加した薄膜からの XRD パターンにおい て、CuAlO<sub>2</sub> 結晶からは回折されない異相のピーク( $\triangle$ )が 得られた.これは Na の濃度が高くなったことにより、 NaAlO<sub>2</sub> が生成された可能性がある.ただこのピークの FWHM が他と変わらず、強度も比較的強いため、Na が高 濃度に添加されて生じた格子歪でX線の反射条件が変化 したことによる新たなピークの可能性もある.

この Na の効果が表面近傍か,結晶内部で起きているか 調べるため,薄膜の表面近傍の結晶だけの情報を得ること ができる In-Plane での XRD 測定を行った.その結果を Fig. 6 に示す.表面近傍のみのため強度は非常に小さいが, 得られた回折ピークはいずれも CuAlO<sub>2</sub>の結晶面のものと 合致した.ほぼ全てのピークが得られたことは表面近傍で は c 軸配向せず,多結晶粉末と同様に結晶粒があらゆる 方向に向いているといえる.これは Fig.4の 35°~40°の角 度間の(101)と(012)面からの回折ピークが見られたこ との考察を後押しする結果である.またこれらの XRD



Fig. 6 In-Plane での XRD 測定における Na 添加 CuAlO<sub>2</sub>の XRD パターン.



Fig.7 Na添加CuAlO2薄膜の抵抗率のNa濃度依存性.

パターンは Na 濃度とのほとんど関連性がないこともわか った. Fig. 4の Na 濃度が 10%の試料で見られた 43.5°の△ のピークは Fig. 6 では見られなかった. このピークは Na が 高濃度に添加された場合に出現すると予想されるため, 表 面近傍では Na 濃度は高くないと考えられる. また Na の触 媒反応も表面ではなく膜の内部で起こっているという上述 の予想とも矛盾の無い結果である.

3.3 Na 添加 CuAlO<sub>2</sub> 薄膜の抵抗率測定 Fig.7 に作製 した薄膜の抵抗率とNa 濃度依存性を示す.今回作製した 試料の中で,最も小さい抵抗率となったのは Na 濃度が 1.0%の薄膜の3.46×10<sup>2</sup>Ωmで,無添加の3.07×10<sup>3</sup>Ωmと 比較すると約1/10となった.しかし,Na 濃度を1.0%より多く すると抵抗率は0.1%の時より低いものの,1.0%の時より下 回ることはなく,10%に至っては無添加よりも高い値を示し た.10%ではXRD で異相の存在が示唆された.NaAlO<sub>2</sub> は広いバンドギャップを持つ絶縁体であることが予想され, それが混在することにより抵抗率が増加したと考えられる.

#### 4. まとめ

MOD 法を用いてNa添加CuAlO<sub>2</sub>薄膜の作製を行い, 仮焼成温度と結晶性との関係を評価し,仮焼成は 525°C 付近が最適であることがわかった.また Na 添加 CuAlO<sub>2</sub>は Na 濃度の増加に伴い, CuAlO<sub>2</sub>薄膜の結晶性 が向上したことが XRD のピーク強度や半値幅から明 らかになった.また In-Plane での XRD 測定により Na は表面よりも膜の内部により多く添加されることが示 唆された.Na 添加 CuAlO<sub>2</sub>薄膜の抵抗率測定により Na を 1%まで増加すると抵抗率は低下するがそれ以上で はほとんど変化せず,10%まで増やすと無添加より高 抵抗率になることがわかった.

#### 謝辞

In-Plane での XRD 測定は長岡技術科学大学分析計測 センターで行われた.ご支援いただいた長岡技術科学 大学の石橋教授および西川准教授に感謝する.

#### 参考文献

- (1) H. Kawazoe, et al.: NATURE, p. 389, 939, (1997).
- (2) M. Malitckaya, et al.: "Effect of Alkali Metal Atom Doping on the CuInSe<sub>2</sub>-Based Solar Cell Absorber", J. Phys. Chem. C, 121, 15516 (2017).
- (3) N. Wongcharoen, et al.: "Influence of Na Doping on the Thermoelectric Properties of CuAlO<sub>2</sub> Delafossite", Adv. Mater. Res., 931-932, 127, (2014).
- (4) 硲香織,西 敬生,林昭博: "MOD 法による遷移金 属添加 CuAlO<sub>2</sub>の作製と評価",神戸高専研究紀要,43, 79 (2004).
- (5) 金田岳斗,西敬生: "P 形伝導透明導電体 CuAlO<sub>2</sub>薄膜の不純物添加効果に関する研究",第8回高専-TUT 太陽電池合同シンポジウム, PSO-25 (2018).