XAFS による高濃度 Gd 添加 AIN 深紫外光源用薄膜の局所構造 に及ぼすバッファー層の効果の解明

The Evaluation of the Effect of the Buffer Layer which gives to Local Structure of AlN:Gd Film by XAFS

小林 幹弘 ^a, 石原 嗣生 ^b, 泉 宏和 ^b, <u>西本 哲朗</u> ^a, 田中 寛之 ^a, 來山 真也 ^c, 喜多 隆 ^c Mikihiro Kobayashi ^a, Tsuguo Ishihara ^b, Hirokazu Izumi ^b, <u>Tetsurou Nishimoto</u> ^a, Hiroyuki Tanaka ^a, Shinya Kitayama ^c, Takashi Kita ^c

> ^a(株)ユメックス,^b兵庫県立工業技術センター,^c神戸大学 ^aYUMEX Inc.,^bHyogo Prefectural Institute of Technology,^cKobe University

水銀フリー深紫外光源用蛍光体として開発を進めてきた Gd 添加 AIN 薄膜について、放射光 X 線を用いた局所構造解析を行った。バッファー層の膜厚が、Gd の局所構造に及ぼす影響を XAFS 測定により調べ、カソードルミネッセンス強度との因果関係を調べた。その結果、バッファー層 の膜厚が増加するに従い、第2配位に相当するピークの強度が増大した。これは Gd 添加 AIN 薄 膜の結晶性が向上し、Gd の凝集が抑制され、結晶中に Gd が均一に分散することで、近接 Gd 原 子の発光再吸収が抑制されたことによると考えられる。

キーワード: Gd 添加 AIN、深紫外光源、XAFS

背景と研究目的:

欧州の WEEE&RoHS 指令など環境有害物質に関する規制は益々厳しくなっている。我々は水銀 ランプの代替利用を目的に、窒化アルミニウム(AIN)を母体として希土類元素のガドリニウム(Gd) を添加し、Gd の f-f 電子遷移を利用した水銀フリー深紫外光源の開発を行ってきた[1]。これまで の研究において、高輝度化を図るために反応性スパッタリング法により作製した Gd 添加 AIN 薄 膜の膜厚を増加したところ、成膜時間が 2 時間までは単調にカソードルミネッセンス(CL)強度が 増加し、5 時間では逆に減少した。これは石英ガラス基板上に直接、高濃度 Gd 添加 AIN 薄膜を 形成したため、優先配向が悪くなると共に結晶性が低下している事が原因であると判明し、結晶 性の向上を目指して母体の AIN バッファー層の形成を検討した。バッファー層を形成した試料の CL 測定を行った結果、バッファー層の膜厚が増加するに従い、発光強度が増加することを見いだ した。本研究の目的は Gd の局所構造に及ぼすバッファー層の効果を明らかにし、発光の高輝度 化に繋がる因子を解明する事である。

実験:

測定試料である Gd 添加 AIN 薄膜は、反応性高周波マグネトロンスパッタリング法により作製 した。バッファー層の形成には、4N 金属 Al ターゲットを用い、Gd 添加 AIN 薄膜は、Al ターゲ ット上に 3N 金属 Gd チップを配置した同時スパッタリングで形成した。アルゴン窒素混合ガス中、 200℃で石英ガラス基板(10×10×0.5mm)上に成膜を行った。AIN バッファー層を 0、20、40、80 分成膜した後、Gd 濃度 1 モル%および 6 モル%の Al_(1-X)Gd_xN(X=0.01, 0.06)薄膜発光層を 60 分成膜 した。

図1に典型的なCLスペクトルを示す。波長317nmに半値幅約1nmの鋭い発光スペクトルと、 波長312nmに第2励起準位からの発光スペクトルを示し、これらの深紫外以外の発光は見られない。 試料の破断面のSEM観察結果を図2に示す。AlNバッファー層上に柱状のGd添加AlNが密 に成長していることが分かる。

測定は BL14B2 を用い、参照試料として準備した Gd₂O₃、Al₉₄Gd₆の Gd-L₃吸収端のスペクトル は透過法により測定した。測定試料の Gd 添加 AlN 薄膜の Gd-L₃吸収端のスペクトルは、Gd 濃度 が低いことから、室温で 19 素子 SSD を用いた蛍光 XAFS 法により測定を行った。



図 1. Gd 添加 AlN 薄膜の CL スペクトル

図 2. 薄膜の SEM 観察結果

TLD 4.1

Gd添加AIN

、ッファー層

結果および考察:

図3に石英ガラス基板上に基板温度200℃でAIN バッファー層を0、20、40、80分成膜した後、 Gd 濃度6モル%のAl_{0.94}Gd_{0.06}N発光層を60分成膜した試料のGd-L₃吸収端の動径構造関数を示す。 発光層とバッファー層を含めた試料の膜厚は、バッファー層の成膜時間が0、20、40、80分の条 件で各々980、1430、1750、2150nmであった。バッファー層の膜厚が増加するに従い、第2配位 に相当するピークの強度が増加していく傾向が見られる。これはGdの第2近接原子における Gd-Al、またはGd-Gdの結合距離のバラツキが小さくなったことによるものと考えられる。



図4にバッファー層の膜厚とCL強度の関係を示す。成膜時間が長くなりバッファー層の膜厚が増大するに従って、CL強度が増加していることが分かる。これはGd周辺の結合距離のバラツキが減少することにより、結晶中に均一にGdが分散して、Gd-Gd間の発光再吸収効果が抑制され、発光強度が増大したと考えられる。

図5にGd 濃度1モル%のAl_{0.99}Gd_{0.01}N 薄膜のバッファー層の成膜時間によるGd-L₃吸収端の動 径構造関数の変化を示す。Gd 濃度6モル%の試料と同様に、バッファー層の成膜時間が増加する に従い、第2配位に相当するピークの強度が増加した。これは第2配位に相当するGd-Al、また はGd-Gd における結合距離のバラツキが小さくなったことによるものと考えられる。Gd 周辺の 結合距離のバラツキが減少することによりGd 凝集が抑制され、結晶中にGd が均一に分散するこ とで濃度消光が抑制され、強い発光を実現したと考えられる。バッファー層を導入することによ りGd 凝集による局所格子歪が抑制され、結合距離のバラツキを減少させ、近接Gd による発光再 吸収効果が抑制された。



図 5. Gd 添加 AIN 薄膜(Gd: 1mol%)のバッファー層の膜厚による動径構造関数の変化

図 3(Gd 濃度 6 モル%)と図 5(Gd 濃度 1 モル%)の Gd-L₃ 吸収端の動径構造関数を比較すると、Gd 濃度が低い方が最近接配位に相当するピーク強度に対して、第 2 配位に相当するピークの強度が 大きい。これらの試料の CL 強度を比較すると Gd 濃度 1 モル%の方が Gd 濃度 6 モル%に比べて 発光強度が大きい結果が得られている。発光強度と XAFS 解析の結果より、第 2 配位のピーク強 度の増大が発光強度の向上に大きく関係していることが分かった。バッファー層の膜厚が増加す るに従い、第 2 配位に相当するピークの強度が増大した。AIN バッファー層の形成が、Gd 添加 AIN 薄膜の結晶性を向上させて発光強度の増大に繋がっていると考えられる。AIN バッファー層 の膜厚を厚くすることで AIN の結晶粒が大きく成長し、発光層中の Gd 原子が AI サイトに均一に 配置されることで、近接 Gd 原子の発光再吸収が抑制され、発光強度が向上したと考えられる。

今後の課題:

XAFS 解析より第2配位に相当するピーク強度の増大が、発光強度の向上に大きく関係していることが分かった。今後、さらに詳細な解析が行い、発光強度とGd局所構造の関係を調べる。 今回の測定によりGd添加AIN薄膜の発光強度に与えるバッファー層の膜厚の効果が明らかになったが、最近、バッファー層の形成温度が、CL強度に影響することを見いだしており、次回の測定において、バッファー層の形成温度が与える影響について検討する。

参考文献:

 "Narrow-band deep-ultraviolet light emitting device using Al_{1-x}Gd_xN"; T. Kita et al., *Appl. Phys. Lett.*, 93, 21190 (2008).