有機 EL 素子の高温保存劣化分析

A study on degradation of OLEDs high temperature storage

宮口敏, 大畑浩, 平沢明 Satoshi Miyaguchi, Hiroshi Ohata, Akira Hirasawa

要 旨 有機 EL 素子の高温保存に起因する劣化に関して, Backside SIMS 法などの各種分析 手法を用いて分析を進めている。有機 EL 素子を正孔輸送層材料のガラス転移温度(Tg)程度以上 の温度で保存すると,発光層兼電子輸送層材料である Alq₃ と正孔輸送材料が分子状態で混合してい ることが確認された。また,電子注入層材料である LiF, CsF の拡散に関しても分析を行い,高温 環境下では,Li元素,Cs元素ともに Alq₃層への拡散が確認された。また,Liに比べCsの拡散は 大きく,素子特性の劣化も顕著である。

Summary We studied the degradation of Organic Light Emitting Diodes (OLEDs) resulting from high temperature storage using the Backside SIMS analysis and several other analysis methods. We observed mixing of the Alq₃, (the emitting and electron transport layer material) and the hole transport layer material, while keeping their molecular states, above the glass transition temperature of the hole transport layer material. We also found that the diffusion of the Li and the Cs elements, the electron injection layer materials, to the Alq₃ layer is caused by high temperature storage. The diffusion of the Cs was larger than that of the Li, and the device characteristics had conspicuous degradation.

キーワード : 高温保存, Backside SIMS, 混合, 拡散

<u>1. まえがき</u>

有機 EL デバイスが実用化されて既に 10 年近く経 過しようとしているが、薄膜有機物の分析自体が困難 なため、デバイスの劣化機構はなかなか解明されてい ないのが実情である。劣化には、外部からの水分や酸 素などの浸入によるダークスポットの発生、駆動によ る輝度劣化や電圧上昇、紫外線照射や周囲温度上昇に よる劣化など、さまざまな要因が考えられる。特に車 載用デバイスなどで重要となる高温保存信頼性に関す る知見を得るため、有機 EL 素子の高温保存時の劣化 について,基本的な構造である un-doped Alq₃素子を 用いて分析検討を行った(1)~(7)。その過程において, 我々は有機 EL 素子を直接分析できる手法を実証的に 探索し、いくつかの分析法が劣化解析に有効であるこ とを確認した。また、近年はサンプル加工技術および 分析技術が改善され、以前では観測されなかった微小 な変化も検出できるようになってきている。

特に、素子を構成する元素の深さ情報が得られ

る Secondary Ion Mass Spectrometry(SIMS) 分 析 の 有機薄膜に対する精度改善は著しく, 膜面から分析 する通常の SIMS と,基板面から分析する Backside SIMS(BSS) を適宜使い分けることで,素子内部の元素 分布の推測が可能となった⁽³⁾。この手法は,素子内に 局在する特定の元素が劣化中に移動・拡散する様子を 調べるのに適している。

2. 実験・結果・考察

2.1 正孔輸送材料と Alq₃ の混合

ITO(115nm)/CuPc(25nm)/ α -NPD(45nm)/ Alq₃(60nm)/LiF(0.5nm)/Al(100nm)構造のun-doped Alq₃素子を用いて,室温~120 \degree ,500hr 保存前後の 素子特性を評価して組成変化との対応を調べた。素子 の室温,100 \degree ,120 \degree 500hr 保存後の輝度と駆動電 圧の経時変化を図1に示す。室温保存では、輝度、駆 動電圧とも全く変化しない。また、正孔輸送材料であ る α -NPDのTg;96 \degree を超えた100 \degree 保存では、輝度 劣化はないが 0.5V 程度の電圧の上昇がみられる。と ころが 120℃保存では輝度の劣化が大きく,電圧の上 昇も 1V 強と大きく変化している。



図1 高温保存による駆動電圧,輝度特性の経時変化

図2に500hr 高温保存サンプルのBSS分析結果 を示す。このグラフはBSS分析結果の中から,AI元 素のみを抽出して示しており,横軸は正孔注入層か らの深さ,縦軸は規格化したAI元素強度である。室 温保存ではみられないα-NPD中におけるAI元素が, 100℃,120℃保存で観察される。今回分析を行った素 子は,Alq₃の成分元素であるAIと陰極材料のAIの2 種類があり,そのどちらが拡散しているのかが不明で あった。その確認のため,陰極の材料をAI以外の材 料に変更したり,電子輸送層をAIを含まない材料に 変更して同様の実験を行ったところ,陰極のAIが拡 散しているのではなく,Alq₃のAI元素が拡散してい ることが判明した。次に120℃保存サンプルを精密斜



図 2 un-doped Alq₃ 素子の BSS Al プロファイル

め切削し、Photo-luminescence(PL)や Time of flight SIMS (Tof-SIMS) で分析したところ、 Alq_3 が分解して 拡散しているのではなく、 α -NPD と Alq_3 が分子状態 で混合していることが確認できた^{(1),(2)}。

そこで,120℃保存でα-NPDとAlq₃が混合してい る状態を,α-NPDとAlq₃の共蒸着で再現することを 試みた。サンプル構成はITO(115nm)/CuPc(25nm)/ α-NPD:Alq₃1:1(90nm)/Alq₃(15nm)/LiF(0.5nm)/ Al(100nm)である。

その電圧 - 電流密度特性と電流密度 - 輝度特性を図 3(a),(b) に示す。比較のために 120℃保存前後の特性 も併せて示している。混合膜サンプルと 120℃保存 サンプルは同様の傾向を示し, 120℃保存前の初期サ ンプルと比較すると, 電圧の上昇, 輝度の低下がみら れる。また, 各サンプルにおける PL のスペクトルを 図4に示す。横軸は発光波長, 縦軸は PL 強度である。 参考として, α-NPD と Alq₃ 単膜の PL スペクトルも



併せて示す。初期のサンプルでは,α-NPDとAlq₃の 両方から PL が観察されたのに対し,混合膜サンプル では、120℃保存後のサンプルと同様α-NPDの PL が ほとんどみられず,Alq₃のみの PL が得られた。これ はα-NPDと Alq₃が混合しているため,α-NPDで励起 されたエネルギーが Alq₃へ移動し,Alq₃のみの PL に なっているものと考えられる^{(2).(4)}。



凶4 流言烝有限のフォトルミネッセノス

さらに、材料の Tg がどのように影響しているのか を調べるため、正孔輸送層を Tg が 130℃以上の材料 である高 Tg-Hole Transport Material(HTM) に変更し て高温保存試験を行った。その結果を図5に示す。正 孔輸送材料が高 Tg の場合はα-NPD の場合と異なり、 120℃までの高温保存では正孔輸送材料と Alq₃ の混合 は確認されなかった。しかし、120℃ 500hr 保存サン プルは室温保存サンプルの特性と比較して電圧上昇、輝 度改善という変化がみられており、正孔輸送材料と Alq₃ 混合以外の異なる劣化メカニズムの存在が考えられる。



図 5 高 Tg - HTM 素子の BSS AI プロファイル

2.2 電子注入材料の有機層への拡散

電子注入層材料として一般的に使用されている LiF の高温保存時の挙動について調べた。2.1 節で分析し たサンプルの BSS データのうち,Liを抽出したデー タを図 6(a),(b) に示す。図 6(a) は正孔輸送層に α-NPD を用いた素子,図 6(b) は正孔輸送層に高 Tg-HTM を 用いた素子の BSS データである。これらのグラフを見 ると,正孔輸送材料の Tg に関係なく,Li 元素の Alq₃ 側への拡散がわずかに観察されているのが分かる。し かし,この程度のLi 元素の拡散が素子特性に対して, どの程度影響を与えているかの確認はされていない。

次に,電子注入材料を CsF に変更して同様の分析 を行った。図7に Cs元素のBSS データのグラフを示す。 電子注入層に CsF を用いた素子 (CsF 素子) は電子注 入層に LiF を用いた素子 (LiF 素子) の挙動とは全く異 なり,100℃,120℃のいずれの保存でも,Cs元素が 正孔輸送層界面まで拡散していることが分かる^(5),6)。

100℃保存 LiF 素子と CsF 素子の 7.5mA/cm² 定電



(a) α-NPD 正孔輸送層素子の BSS Li プロファイル



(b) 高 Tg-HTM 正孔輸送層素子の BSS Li プロファイル
図 6 各輸送層素子の BSS Li プロファイル

流駆動での駆動電圧と輝度の経時変化を図 8(a),(b) に 示す。駆動電圧は,いずれの素子も初期の数時間程度 の経過でやや低下し,その後上昇する。しかし LiF 素 子の電圧上昇がわずかなのに対し,CsF 素子は 0.8V 程度の上昇がみられる。輝度の変化も Li 素子の劣化



図7 CsF 電子注入層素子の BSS Cs プロファイル





図8 駆動電圧および輝度経時変化

がわずかなのに対し, CsF 素子は初期の 20hr 経過程 度でも顕著な劣化が確認できる。100℃ 20hr,100hr 保存素子の BSS 分析でも, 20hr で既に Cs の拡散が起 こっており, 100hr では正孔輸送層界面まで Cs の拡 散が進んでいることが確認された。

CsF がどのような状態で拡散しているかを調べるため, Alq₃ 単膜 CsF 素子 100 ℃ 380hr 保存サンプルの X-ray Photoelectron Spectroscopy (XPS) 分析を行った。ITO 界面近傍でわずかな量ではあるが F と Cs 元 素を検知し, F はフッ化物主体, Cs は単体ではなく, 化合物を形成していることが示唆された。

Alq₃ 以外の有機膜でも同様な拡散が起こるのかどう かを検証するために,各種有機単層膜を用いて LiF 素子, CsF 素子を作製し,その高温での拡散状態を比較した。 使用した有機材料は α-NPD,高 Tg-HTM, BAlq, Zrq₄ の4種類である。α-NPD と BAlq は Tg が低いため 70℃ 500hr 保存,その他の材料は 100℃ 500hr 保存とした。 図 9(a) に LiF 素子の Li 拡散プロファイル, 図 9(b) に



(a) LiF 電子注入層有機単層膜素子の BSS Li プロファイル



図9 各素子の BSS Cs プロファイル

CsF素子のCs拡散プロファイルを示す。LiF素子では Zrq4 へのLi元素の拡散がわずかであるのに比べ,BAlq ではZrq4 よりも少し深く拡散している。また,α-NPD, 高 Tg-HTM にはなだらかではあるがITO 界面近傍まで Li元素の拡散が広がっていることが分かった。それに 対しCsF素子の場合はLiF素子と逆の傾向で,α-NPD, 高 Tg-HTM へのCsの拡散がわずかで,BAlq,Zrq4 へ の顕著な拡散が見られた。BAlq は少し特異な挙動を示 しているものの,Alq3 の場合も含め電子注入性材料には Cs元素の拡散が大きく,正孔輸送性材料にはLi元素 の拡散が大きいという結果が得られた。しかし検討した 有機材料として,電子輸送性材料はすべて金属キノリノー ル錯体であり,正孔輸送材料はアミン系材料であるので, もっと構造の異なる有機材料を用いて検討しないと明確 な結論は出せない。

<u>3. まとめ</u>

有機 EL 素子における高温保存に起因する劣化に関して, BSS などの手法を用いて分析を行い,

- Tg以上の温度での高温保存では有機材料同士の 混合が存在し、駆動電圧の上昇や輝度の低下な ど、素子特性の劣化の要因となる。
- 2) 高 Tg-HTM を用いた素子の高温保存で,有機材 料同士の混合が起こらない場合も電圧の上昇が みられ,逆に輝度効率が改善するという現象が 確認された。これは高温保存による劣化モード として,別のモードが関係している可能性があ ることを示唆している。
- 3) また, un-doped Alq₃ 素子の高温保存による電子 注入材料の拡散を分析したところ,正孔輸送材料 の Tg には依存せずに,電子注入材料の Li や Cs 元素が有機層側に拡散しているのが確認された。
- 4) 高温保存での電子注入材料の拡散は, un-doped Alq₃ 素子において, LiF 素子に比べ CsF 素子の 拡散が顕著であり,特性の劣化も激しい。
- 5) 接触している有機層材質の違いにより, Cs 元素 は電子輸送性材料に拡散しやすく, Li 元素は正 孔輸送性材料に拡散しやすい傾向がみられたが, さらに異なる構造の材料を検討して確認して行 く必要がある。

などの結果を得た。

今後は,これまでの検討の中で残された課題の解 明に努めると共に,素子の駆動劣化などの検討も進め, 各種劣化機構の解明に向けて微力ながら尽力して行き たい。

4. 謝辞

本研究にあたり,共同で研究していただき膨大な 分析とディスカッションをしていただきました株式会 社東レリサーチセンターの宮本様をはじめ多くの方々 に深く感謝いたします。

参考文献

- (1) 宮本,他:66回秋季応用物理学会講演予稿集, 8p-R-10,1154 (2005)
- (2) 大畑, 他:第66回秋季応用物理学会講演予稿集, 8p-R-11, 1154 (2005)
- (3) 宮本,他:有機 EL 討論会 (2006 年) 第2回例会予 稿集,SP-9 (2006)
- (4) 宮口, 他: 有機 EL 討論会 (2006 年) 第 2 回例会予 稿集, S7-4(2006)
- (5) 平沢,他:第67回秋季応用物理学会講演予稿集, 31p-ZV-13,1208 (2006)
- (6) 宮口, 他: 有機 EL 討論会 (2006 年) 第3回例会予 稿集, S8-2 (2006)
- 7) 宮口:日本化学会 (2007年) 第87 春季年会講演予稿 集,2B1-43 (2007)

筆者紹介

- **宮 口 敏**(みやぐち さとし) 技術開発本部,総合研究所,デバイス研究センター,表 示デバイス研究部。磁気ヘッドの開発,光集積回路の研 究開発を経て,現在,有機 EL ディスプレイの研究開発 に従事
- 大畑浩(おおはた ひろし) 技術開発本部,総合研究所,デバイス研究センター,表 示デバイス研究部。液晶ディスプレイシステム開発,有 機 EL ディスプレイの研究開発,東北パイオニア(㈱)での 事業化を経て,現在,有機 EL ディスプレイの研究開発 に従事
- 平 沢 明(ひらさわ あきら) 技術開発本部,総合研究所,デバイス研究センター,表 示デバイス研究部。有機 EL ディスプレイの研究開発に 従事