柯文政教授-先進薄膜材料與元件實驗室

先進薄膜材料與元件實驗室致力於開發新穎之材料製程技術,並運用於光電半導體元件實作上。 目前實驗室已開發完成之材料製程技術包含:(1)微/奈米混成式圖案藍寶石基板製程技術、(2)濺鍍系 統成長氮氧化銦奈米粒製程技術、(3)石墨烯透明導電電極製程技術。上述製程技術已陸續成功運用於 太陽能電池、發光二極體等光電半導體元件,有效提升元件性能。

(1) 微/奈米混成式圖案藍寶石基板製程技術

※研究計畫內容:本計劃在目前業界使用之微米尺度圖案藍寶石基板(直徑/間距/高度=2.6/0.2/1.6 μm)上,利用陽極氧化鋁(AAO)遮罩技術製備微/奈米尺度複合圖案藍寶石基板,藉由高漫射率圖 案結構,增加 LED 光萃取效率;並利用 GaN 薄膜在奈米孔洞圖案上成長具側向磊晶成長特性, 期待降低 LED 結構中差排缺陷密度。

※目前研究成果:現階段研究中我們已成功在直徑/間距/高度=2.6/0.5/1.6 μm 圖案基板上製備奈米 孔洞圖案,並完成 LED 性能驗證, LED 成長於磷酸 AAO 製備之微/奈米尺度複合圖案藍寶石基板 (孔洞圖案直徑/深度約 150/100 nm), LED 晶粒放於 Ag-TO 封膠後, 整體功率可提昇 2-3%。

更進一步,我們在目前業界最高亮度 LED 使用之 PSS(圖案間距縮小至 0.2 μm)上嘗試製備奈 米孔洞圖案。經過許多挫敗後,在 2014 年 12 月中,我們已找出 AAO 遮罩、ICPRIE 蝕刻參數, 如圖 1 所示,成功製備出微/奈米尺度複合圖案藍寶石基板。後續光譜漫射率量測、GaN 薄膜成長 與特性量測、LED 磊晶性能驗證均已持續進行中。期待能為國內 LED 產業注入新的技術。



圖 1 (a)圖案間距 0.2 μm PSS 上製備 AAO 遮罩層,完成微/奈米尺度複合圖案藍寶石基板 SEM(b)俯視、(c)側視圖。

(2) 濺鍍系統成長氮氧化銦奈米粒製程技術

※研究計畫內容:傳統上成長奈米晶粒技術中最常使用的 Stranski-Krastanow (S-K)成長方法, 必須是在緩衝層與磊晶薄膜間晶格不匹配度大於 2%以上之前提下,利用磊晶薄膜成長達到臨界厚 度tc時,累積足夠的應變能量γstrain(tc),在满足S-K模式成長奈米粒之條件下,即緩衝層表面能(γbuffer) <磊晶薄膜表面能(γepi) + 緩衝層與磊晶薄膜間界面表面能(γinterface) + γstrain(tc),使磊晶薄膜從二維 平鋪成長改變為三維島狀奈米粒成長。此種成長方法已經被廣泛地運用於晶格不匹配度約 5~7%之 III-V 或 II-VI 族化合物半導體如 InAs/GaAs、ZnTe/ZnSe 等材料系統上之奈米粒製作。

※目前研究成果:如圖 2 所示,我們先在藍寶石基板上成長 InON 奈米粒,成長溫度在 500 度, 以成長 200 nm 厚度之 InON 薄膜計算鍍率約為 0.88 Å/sec。如圖 16(b)所示,成長 56 秒後,薄膜 厚度應為 4.9 nm,AFM 影像圖顯示表面相當平整;增加成長時間至 5 分鐘,膜厚約 26.4 nm,InON 表面呈現高密度島狀物(高/直徑=3/40 nm)。進一步使用基板表面前處理技術,處理時間為 5 秒, 如圖 3(a)所示,基板表面隱約可看到許多小白色斑點;如圖 3(b)在長 30 秒後(薄膜厚度約 2.6nm), 表面即出現奈米粒結構,密度 2.8×10¹⁰ cm⁻²、高度/直徑=6.9/46.2 nm;如圖 3(c)當成長時間增加至 56 秒(薄膜厚度約 4.9 nm),奈米粒密度 2.6×10¹⁰ cm⁻²、高度/直徑=7.2/52.8 nm;如圖 3(d)當成長時 間增加至5分鐘(薄膜厚度約26.4 nm), 奈米粒密度4.3×10¹⁰ cm⁻²、高度/直徑=5.5/53.8 nm。

使用射頻磁控濺鍍系統成長博膜,一般認為以 kinetic 機制主導。基板表面端的成長狀態幾乎 決定了接下來薄膜的成長結果。上述關於 InON 奈米粒研究成果亦顯示,改變基板端狀態條件, 可以獲得高密度的 InON 奈米粒。而成長相關機制研究探討,可能原因包含:基板表面能改變, 致使沾濕層厚度下降,在較薄厚度下即可累積足夠應力,形成奈米粒結構;亦或,基板表面前處 理後,將影響到基板表面成核狀態,造成某些區域 InON 無法成核成長,這項推論在圖 3(b)(c)中, InON 奈米粒密度幾乎維持不變可獲得證實。後續相關 InON 成長機制研究討論,亦將是板研究計 畫重點。

圖 4 所示,利用基板表面前處理技術,已可以在 p-GaN 薄膜上成長 InON 奈米粒。InON 奈米粒高度/直徑=~24 /110nm,密度約~7×10⁸ cm⁻²。經由 XRD 分析結果顯示,主要(222)In₂O₃ 與 (100)InN 混 晶結構。



圖 2 sapphire 表面成長 InON 奈米粒 AFM 影像圖, (a)sapphire, 成長 InON 時間(b)56 秒(c)5 分鐘。



圖 3 sapphire 表面經前處理後成長 InON 奈米粒 AFM 影像圖, InON 成長(a)0 秒(b)30 秒(c)56 秒(5)5 分鐘。



圖 4 (a)p-GaN 表面經前處理後(b)成長 2 分鐘之 InON 奈米粒 AFM 影像圖。(c)XRD 譜圖。

(3)石墨烯透明導電電極製程技術

※研究計畫內容:計畫提出以 InN 做為吸光主動層,吸收太陽光譜中約佔 40%之紅外光能量;並利用 高功函數(4.5 eV)與高穿透率(可見光>95%)之石墨烯薄膜,做為太陽能電池結構中之透明導電層,嘗試 製作出氮化銦薄膜太陽能電池。

※主要研究成果:

(A)單層石墨烯薄膜與歐姆接點製備:計畫中以銅箔作為基板,使用低壓化學氣相沉積系統,有效的成長一定面積且均勻的石墨烯薄膜。並以拉曼光譜儀、紫外線/可見光分光光譜儀、四點探針以及電流電壓特性量測系統等分析石墨烯之光電特性。實驗結果指出1000℃是最適合石墨烯成長的溫度、且生長時間控制在5分鐘也能有效降低石墨烯的缺陷數量且為單層結構;此外我們固定甲烷流量及通入時間,對降溫方式做了改變(圖5),發現快速降溫的石墨烯擁有較低的半高寬以及較高的2D/G值且高達2.5以上(圖5(a)),其片電阻值約為1500Ω/sqr.,透光率更可達97%(圖5(b))。



圖5 以快速降溫及自然降溫成長之石墨烯(a)拉曼光譜比較圖,(b)透光率比較圖。

進一步地,如圖 6(a)所示,將石墨烯轉印至 p-GaN 薄膜上,並使用金/鈦兩種金屬製作傳輸線模型 於石墨烯上,並計算出石墨烯與金屬電極間的特徵接觸電阻值 ρc為 5.75x10⁻⁴Ω-cm²。最後,成功製備 具歐姆特性之石墨烯/p-GaN 結構(如圖 6(b) sample II),並指出 p-GaN 薄膜特性影響接點特性,透過變 溫 I-V 以及 XPS 分析。我們認為 p-GaN 薄膜表層之 n 型反轉層結構有利於石墨烯歐姆接點製作。



圖 6 (a)石墨烯/p-GaN 結構示意圖, (b)Sample I、Sample II 之 I-V 曲線圖。

(B)石墨烯/InN/p-GaN 太陽能電池製備與光電物理特性研究

圖 7 為(002)20 掃描譜圖,確認本研究利用射頻磁控濺鍍系統可在 p 型氮化鎵薄膜上成長具(002) 單晶結構 InN 薄膜。圖 8 所示為本研究完成之石墨烯/InN/p-GaN 太陽能電池結構圖,我們分別製作 AZO 電極(面積 0.2 x 0.2 cm²)及石墨烯電極(面積 0.4x0.4 cm²)。在 AM1.5G 標準光源照射下進行光轉換 效率量測。圖 8(a)為不同厚度 InN/p-GaN 異質結構太陽能電池 I-V 曲線圖,該系列樣品為使用 AZO 當 透明導電電極,圖中可發現到 InN 薄膜厚度在 250 nm 時,可以獲得最高之光電轉換效率,為 0.68%, 厚度為 50 nm 之 InN,電池效率僅為 0.12%。此類型電池其開路電壓高達 2.29 V,但短路電流密度僅 約 1.04 mA/cm²,且 F.F.均偏低。Hall 實驗資料亦顯示載子遷移率為 77 cm²/V.s、載子濃度為 6.79x10²⁰ cm⁻³ 數量級。此結果均顯示出電池結構中 InN 薄膜材料品質有待後續改善。



圖7 以磁控濺鍍系統成長InN薄膜之(002)2θ掃描譜圖。

圖 8(b)比較以 AZO 及石墨烯為透明導電電極之 300 nm 厚度 InN/p-GaN 異質結構太陽能電池 I-V 曲線圖,AZO 電極之電池效率為 0.38%,而以石墨烯電極之電池效率約為 0.15%,顯示石墨烯當透明 導電電極仍有些技術瓶頸有待克服。例如:石墨烯在大面積範圍下,不容易控制均為單層結構,石墨 烯厚度只要多一層,透光率約降低 2-3%,因此會使短路電流密度降低,為未來須克服主要問題。



圖 8 石墨烯/InN/p-GaN 太陽能電池結構圖。(a)AZO/不同厚度 InN/p-GaN 太陽能電池 I-V 曲線圖,(b)石墨烯/300-nm 厚度 InN/p-GaN 太陽能電池 I-V 曲線圖。。