

Mn 도핑한 ZnGa₂O₄ 형광체의 제조 및 빛발광 특성

류호진 · 박희동

한국화학연구소 무기소재연구부

(1995년 12월 30일 접수)

Preparation and Photoluminescence of Mn-Doped ZnGa₂O₄ Phosphors

Hojin Ryu and Hee-Dong Park

Division of Inorg. Mater., Korea Research Institute of Chemical Tech.

(Received December 30, 1995)

요 약

고상반응에 의하여 제조된 ZnGa₂O₄ 및 이에 Mn을 도핑함에 따른 ZnGa₂O₄의 빛발광 특성을 조사하였다. 254 nm의 여기하에서, ZnGa₂O₄는 450 nm에서 피크를 나타내며, 330 nm에서 580 nm까지 갖는 넓은 밴드의 발광피크를 나타내었다. 한편, ZnGa₂O₄에 Mn을 도핑함에 따라 504 nm에서 강하고 좁은 밴드의 새로운 발광피크가 나타났으며, Mn을 0.006몰 도핑하였을 때 최대 피크를 나타내었다.

ABSTRACT

ZnGa₂O₄ and Mn-doped ZnGa₂O₄ were synthesized using the solid state reaction method to investigate their photoluminescence characteristics depending on Mn concentration. Under 254 nm excitation, ZnGa₂O₄ exhibited a broad-band emission extending from 330 nm to 610 nm, peaking at 450 nm. On the other hand, Mn-doped ZnGa₂O₄ showed a new strong narrow-band emission, peaking at 504 nm, and maximum intensity at the doping concentration of 0.006 mole Mn.

Key words: Photoluminescence, ZnGa₂O₄, Mn doping, Spinel structure

1. 서 론

FED(Field Emission Display, 전계방출 디스플레이)는 전공 평판 음극선 뷰브를 사용한 새로운 형태의 디스플레이이다. FED는 저전압 구동이며 부피 및 무게를 줄일 수 있는 이점 때문에, 이는 평판 디스플레이에 있어서 종래의 CRT(Cathode Ray Tube)를 대체할 수 있는 좋은 후보 물질로 각광을 받고 있다. FED의 발광은 저전압 음극선 여기를 기본으로 하고 있으며¹⁾, 이에 사용되는 저전압용 형광체는 FED 뿐만 아니라, VFD(Vacuum Fluorescent Display, 형광 표시판) 등의 핵심소자로서도 매우 주목을 받고 있는 물질이다²⁻⁴⁾.

저전압용 형광체 중에서 ZnS : Cl과 같은 황화물계는 사용 과정에서 유화물 가스가 비산하여 음극의 발광 특성을 열화시키므로 음극의 수명을 급격히 감소시키며, ZnO : Zn는 발광영역이 매우 넓어서 천연색 디스플레이에 적용하기에는 적합하지 않다⁵⁾. 따라서, FED의 실용화를 위하여 저속전자관에서 발광효율이 뛰어나며 안

정한 물성을 갖는 새로운 형광체의 개발이 절실히 요구되고 있다. ZnGa₂O₄는 ZnO, Ga₂O₃의 화합물인 산화물계 형광체로서 고전공파 오염에 큰 문제가 없으며, 스픬넬 구조를 갖으며, optical 밴드갭이 4.4 eV이며, 안정한 장수명의 물질로 알려져 왔다⁶⁾. ZnGa₂O₄는 자체 발광형의 청색 형광체이며, 이에 Mn을 도핑시킴에 따라 녹색 형광체가 되는 것은 알려져 있으나, 이들의 형광 기구에 대한 정보는 매우 부족한 상태이다.

본 연구에서는 고상반응을 이용하여 ZnGa₂O₄ 청색 형광체를 제조하고, 이에 Mn을 도핑하여 녹색 형광체 분말을 제조하였다. 이들의 형광체 제조시의 소결온도, 소결시간, 분위기, 도핑양 등이 ZnGa₂O₄ 스픬넬 상의 형성 및 빛발광 특성에 미치는 영향을 조사하였다.

2. 실험방법

Fig. 1은 고상반응에 의한 ZnGa₂O₄ 제조의 개략적인 공정도를 나타낸다. 본 연구의 출발원료로는 일본의 고

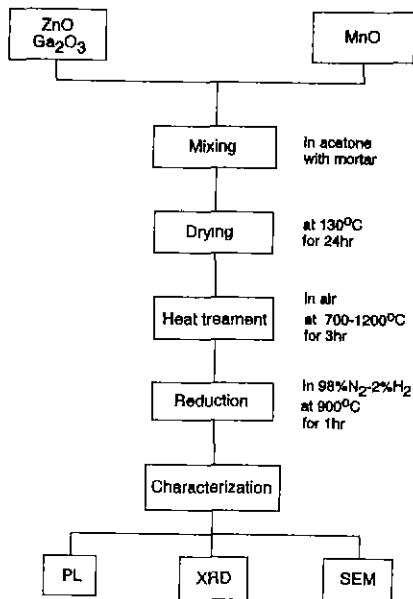


Fig. 1. Flow chart for the sample preparation of ZnGa_2O_4 and Mn-doped ZnGa_2O_4 .

순도화학연구소의 ZnO (99.999%) 분말, Ga_2O_3 (99.999%) 분말, MnO (99.9%) 분말을 사용하였다. ZnO , Ga_2O_3 , MnO 를 소정비가 되도록 평량한 원료를 마노 유발을 사용하여 혼합하였는데, 이때 분말의 비산방지와 보다 효과적인 혼합을 위하여 아세톤 중에서 행하였다. 이 과정에서 용제는 사용하지 않았다. 혼합한 시료를 고순도 알루미나 보트에 넣어, 공기 중에서 $700\sim 1200^\circ\text{C}$ 에서 3시간 동안 고상반응을 시켰다. 환원실험은 $98\%\text{N}_2+2\%\text{H}_2$ 혼합가스를 사용하여, 900°C 에서 1시간 동안 환원처리를 함께 따라 행하였다.

출발원료 및 생성물의 상화인은 $\text{CuK}\alpha$ 를 선원(Ni filter)으로 사용한 분말 X선회절기를 사용하여 행했다. 그리고 분말시료의 형상은 주사전자현미경을 사용하여 조사하였다. 소결 및 환원처리한 시료의 발광 및 여기스펙트럼은 LS50型 螢光分光光度計(Perkin Elmer 製)로 측정하여 얻었다. 0.3 g 이상의 분말시료를 용융 실리카창을 갖는 원형 셀 훌더에 위치시키고, 시료에 대하여 펄스 제는 방전 램프로부터 254 nm radiation을 가지고 여기시켰다. 이때의 발광파장은 700 nm/min의 주사속도로 300 nm에서 600 nm까지 주사하여 얻었다. 한편, 여기스펙트럼의 측정에 있어서, 여기파장은 700 nm/min의 주사속도로 230 nm에서 400 nm까지 주사하여 얻었다. 이때의 발광파장은 450 nm 또는 504 nm로 고정시켜 행하였다.

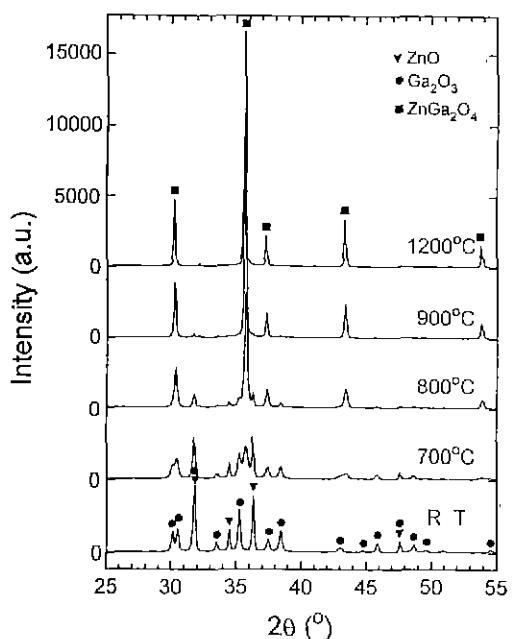


Fig. 2. X-ray diffraction patterns of the ZnGa_2O_4 as a function of sintering temperatures.

3. 결과 및 고찰

Fig. 2는 원료혼합분말과 이를 700°C에서 1200°C까지 100°C 간격으로 변화시켜 3시간 동안 고상반응시켜 얻은 생성물에 대한 X선회절분석 결과이다. 이 그림에는 나타내지 않았지만, 반응온도가 600°C일 때는 새로운 상이 형성되지 않고 원료혼합분말(Fig. 2)과 동일한상을 가지고 있었다. 그러나, 반응온도가 700°C인 경우에는 ZnGa_2O_4 상이 형성되기 시작하여 800°C에서도 아직 미반응률인 ZnO 및 Ga_2O_3 가 잔류하지만, 900°C에서는 ZnGa_2O_4 의 스픬넬 구조를 갖는 상이 형성되었다. 한편, 1200°C에서는 900°C에서 나타난 ZnGa_2O_4 상보다 X선 산란강도가 매우 강하게 나타났다. 이 결과로 부터 1200°C에서 고상반응시킨 시료가 그 이하의 온도에서 반응시킨 시료보다 결정성이 좋은 ZnGa_2O_4 가 얻어짐을 알 수 있었다.

스핀넬 구조는 일반적으로 AB_2O_4 로 표시할 수 있다. 여기서, A와 B는 단위포의 4면체 공극과 8면체 공극을 점유하는 금속이온을 나타낸다. 본 연구의 대상물질인 스핀넬 ZnGa_2O_4 는 A 위치를 Zn^{2+} 이온이 점유하며, B 위치를 Ga^{3+} 이온이 점유하는 정스핀넬이며, 격자상수는 8.37 \AA 이다⁷⁾. 한편, 녹색 발광은 Mn 이온이 스핀넬 구조의 단위포에서 4배위 위치에 점유할 때 나타나는 것

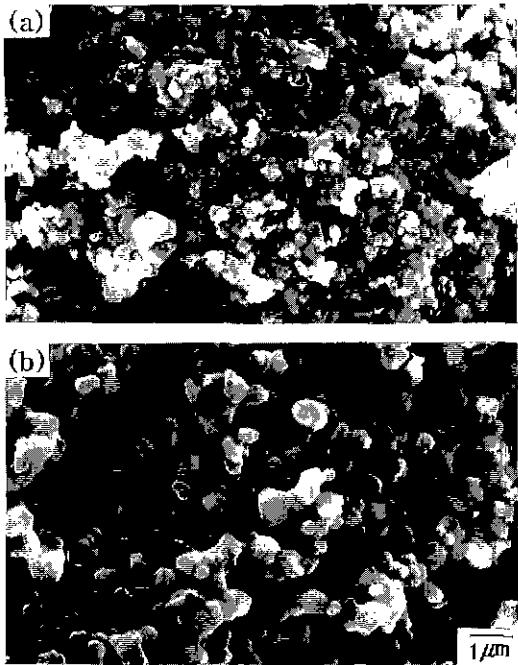


Fig. 3. SEM photographs of $(\text{Zn}_{0.994}\text{Mn}_{0.006})\text{Ga}_2\text{O}_4$ mixture.

(a) Raw mixture (R.T.), (b) After reduction treatment

으로 알려져 있다⁸⁾. 그러나 본 실험에서 Mn을 도핑한 ZnGa₂O₄의 X선회절패턴은 ZnGa₂O₄와 거의 유사하였다.

공기 중에서 1200°C에서 3시간 동안 열처리한 ZnGa₂O₄ 형광체는 복숭아 빛의 색을 갖는 결정체로 되어 있었다. 이를 98%N₂+2%H₂ 혼합가스를 사용하여 900°C에서 1시간 동안 환원처리함에 따라 흰색의 분말로 변하였다.

Fig. 3은 혼합원료분말 및 환원처리한 $\text{Zn}_{0.994}\text{Ga}_2\text{O}_4 : \text{Mn}_{0.006}$ 분말의 주사전자현미경 사진을 나타낸다. 이 사진에서 알 수 있듯이, 원료분말은 불규칙한 형상을 갖으며, 이들의 평균입경은 약 0.05 μm으로 매우 미세하였으며, 소결 및 환원처리를 하는 동안에 일반적인 열처리 과정에서 나타나는 입자의 성장이 일어남을 알 수 있었다. 한편, Mn을 도핑한 ZnGa₂O₄와 ZnGa₂O₄의 분말의 형상에는 거의 차이가 없었다.

Fig. 4는 ZnGa₂O₄에 Mn을 0.006몰 도핑한 시료를 1200°C에서 소결한 후, 900°C에서 환원처리하여 발광특성을 측정한 결과를 나타낸다. ZnGa₂O₄에 대하여 제논 텀프로 부터 나온 254 nm radiation을 가지고 여기시킴에 따라, 청색 발광영역인 450 nm에서 피크를 갖는 넓은 벤드의 발광 스펙트럼을 보였다. ZnGa₂O₄에 대하여 환

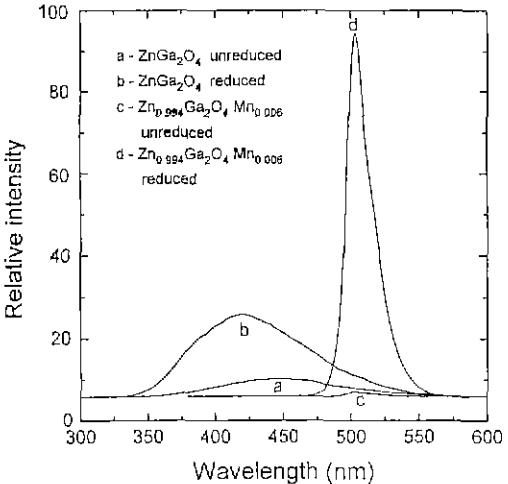


Fig. 4. Effect of reduction treatment on the emission spectra of ZnGa₂O₄ and $\text{Zn}_{0.994}\text{Ga}_2\text{O}_4 : \text{Mn}_{0.006}$.

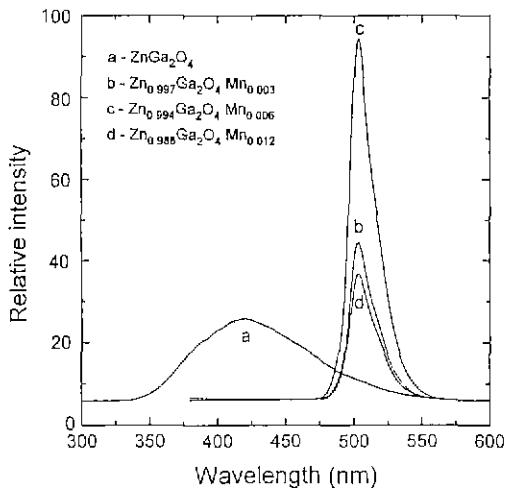


Fig. 5. Emission spectra of ZnGa₂O₄ doped with various Mn concentrations.

원처리를 함에 따라 발광 스펙트럼의 강도가 증가하였는데, 그 이유로는 Ga³⁺가 Ga²⁺로, Zn²⁺가 Zn⁰로 환원됨에 기인한 것으로 생각된다⁹⁾. 한편, ZnGa₂O₄에 Mn을 도핑한 경우에 대해서 위와 동일한 방법으로 발광특성을 측정한 결과, 환원처리함에 따라 발광 스펙트럼의 강도가 크게 증가하였다. 이와 같은 현상은 ZnO : Zn의 경우와 비슷한 경향을 띤다¹⁰⁾.

Fig. 5는 ZnGa₂O₄에 있어서 Mn 도핑양의 변화에 따른 시료의 발광 스펙트럼의 결과를 나타낸다. ZnGa₂O₄에 Mn을 도핑함에 따라 504 nm에서 피크를 갖는 새로운 발광 벤드가 나타났다. 이는 녹색 발광특성을 나타내는

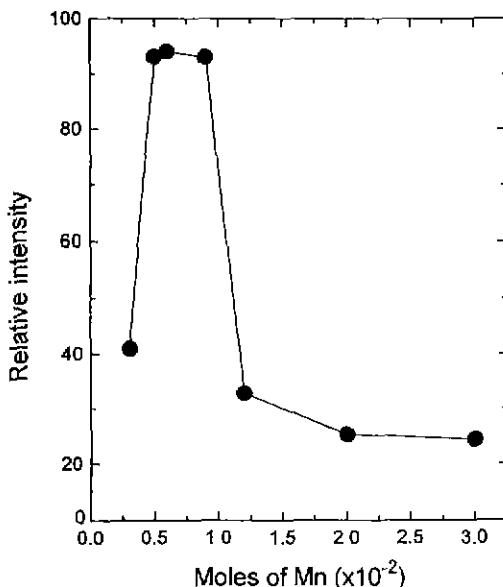


Fig. 6. Variation of the relative emission intensity on $ZnGa_2O_4$ doped with various Mn concentrations.

것인데, 이 피크가 나타난 이유는 소결 및 환원처리 과정에서 2가의 Mn이 생성되어 스핀넬 구조의 4배위 위치에 존재하기 때문이다⁸⁾. 녹색 발광을 나타내는 504 nm 피크의 발광 강도는 Mn의 도핑양이 0.006몰인 경우가 0.003몰, 0.012몰인 경우보다 높게 나타났다.

Fig. 6은 Mn의 도핑양을 0몰에서 0.03몰까지 변화시켜 얻은 시료의 발광강도 피크의 변화를 나타낸다. 그림에서 알 수 있듯이, Mn의 도핑양이 증가함에 따라 발광강도가 증가하며, 0.006몰 도핑시 최대치를 나타냈고, 그 후는 도핑양의 증가에 따라 발광강도도 크게 감소하였다. Mn의 도핑양이 증가함에 따라, $ZnGa_2O_4$ 의 청색 발광이 퀸칭되고, 동시에 Mn에 의한 녹색 발광의 강도가 증가한다. 한편, Mn의 임계 도핑량(0.006몰)보다 더 많은 농도에서 녹색 발광강도가 감소한 이유는 농도 퀸칭의 결과에 기인한다. 즉, 활성제인 Mn의 농도가 많아지면, 활성제들이 응집하거나 이온대를 형성함에 따른 비발광 중심의 형성 및 칠러로의 변환率이 이루어 지는 것으로 생각할 수 있다^[11,12].

다음은 $ZnGa_2O_4$ 의 발광에 있어서 조성 의존도를 스핀넬 입자 격자에서 양이온-음이온 그룹을 동정함에 따라 경험적으로 분석하였다. $ZnGa_2O_4$, ZnO , Ga_2O_3 를 각각 공기 중의 1200°C에서 3시간 동안 고상반응시킨 후, 900°C에서 1시간 동안 환원처리한 시료에 대하여, 발광

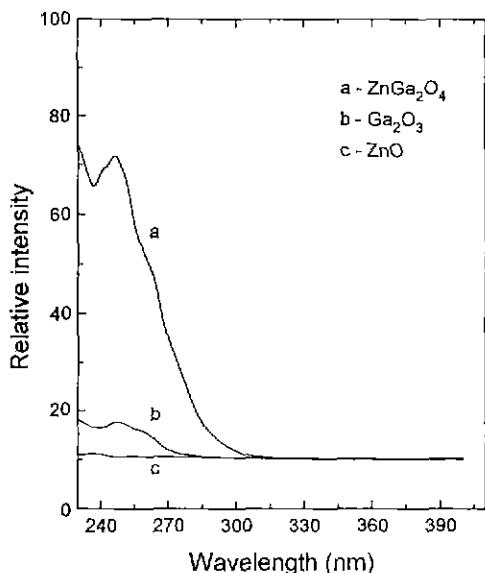


Fig. 7. Excitation spectra of ZnO , Ga_2O_3 , and $ZnGa_2O_4$ monitored at 450 nm.

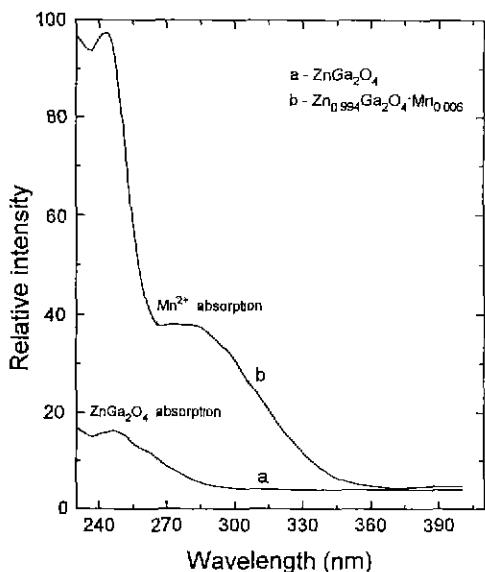


Fig. 8. Excitation spectra of $ZnGa_2O_4$ and $Zn_{0.99}Ga_2O_4 : Mn_{0.006}$ monitored at 450 nm and 504 nm, respectively.

파장을 450 nm로 고정하여 230 nm에서 400 nm의 범위에서 주사하여 여기 스펙트럼을 얻은 결과를 Fig. 7에 나타내었다. 그림에서 알 수 있듯이, Ga_2O_3 의 여기 스펙트럼은 $ZnGa_2O_4$ 의 경우와 동일한 경향을 띠며, 245

nm에서 흡수 피크를 나타내었다. 따라서, Ga⁺ ZnGa₂O₄의 발광에 기여한 것으로 생각할 수 있다.

Fig. 8은 ZnGa₂O₄에 Mn을 0.006를 도핑한 시료에 대하여 발광 피크를 504 nm로 고정하고 230 nm에서 400 nm의 범위에서 주사하여 여기 스펙트럼을 얻은 결과를 나타낸다. 이 그림에서 알 수 있듯이, 245 nm와 283 nm에서 각각 피크가 나타났다. 여기서 245 nm의 여기 피크는 ZnGa₂O₄의 흡수를 나타내며, 283 nm의 여기 피크는 Mn의 흡수를 나타낸다. 따라서, ZnGa₂O₄에 Mn을 도핑함에 따라, 활성제에 의해 증가된 발광을 나타내는 새로운 흡수 밴드와 새로운 발광 밴드를 갖게 됨을 알았다. 한편, ZnGa₂O₄의 여기 스펙트럼에서는 245 nm에서 피크를 갖는 하나의 흡수 밴드만이 존재하였다. Mn을 도핑한 경우의 여기 스펙트럼에서 245 nm의 존재는 여기 에너지에 있어서 ZnGa₂O₄ 입자 격자에 의한 흡수로 생각된다. 한편, 여기 에너지는 전환되어 Mn 이온 중심에 의해 흡수된다. 결과적으로, 283 nm에서 피크로 나타나 녹색 발광을 증가시킨다.

4. 결 론

저전압 여기용 형광체를 얻기 위하여, ZnO와 Ga₂O₃의 혼합물을 1200°C의 공기 중에서 고상반응시킨 후, 900°C의 98%N₂+2%H₂ 혼합가스에서 환원처리를 하여 ZnGa₂O₄를 합성하였다. 한편, Mn을 도핑시킨 ZnGa₂O₄의 합성 실험도 행하였다. 합성된 시료에 대하여 빛발광분석, X선회절분석, 주사전자현미경 등을 통하여 특성을 평가하였다.

본 연구를 행한 결과 다음과 같은 결론을 얻었다.

- 제조된 형광체에 대하여 X선회절분석을 행한 결과, 스판넬 구조를 갖는 결정체임을 알았다.
- ZnGa₂O₄ 및 이에 Mn을 도핑한 시료에 대하여 환원처리를 함에 따라, 강한 발광 스펙트럼이 얻어졌다.
- 청색 발광 형광체인 ZnGa₂O₄에 Mn을 도핑함에 따라 녹색 발광 스펙트럼을 나타내는 형광체가 얻어졌다. 한편, 최대 발광 피크는 Mn의 도핑량이 0.006몰인 경우에 얻어졌다.

감사의 글

본 연구는 1995년도 과학기술처의 연구비 지원에 의하여 이루어진 것으로 이에 감사드립니다.

REFERENCES

- H. Toki, F. Kataoka, Y. Satoh, Y. Kagawa and S. Itoh, "Phosphors for Low-Voltage Electron Excitation," Proceedings of The 2nd International Display Workshops, Hamamatsu, Japan, 81-84 (1995).
- H. Yamamoto, "CRT Phosphors-With a Scope to FED Phosphors," The First International Conference on the Science and Technology of Display Phosphors, San Diego, U.S.A., 15-18 (1995).
- 이종덕, 권상직, "FED(Field Emission Display) 기술과 전망," 전자공학회지, 22(3), 283-292 (1995).
- A.G. Chakhovskoi, W.D. Kesling, J.T. Trujillo, and C.E. Hunt, "Phosphor Selection Constraints in Application of gated Field-Emission Microcathodes to Flat Panel Displays," *J. Vac. Sci. Technol. B*, 12(2), 785-789 (1994).
- S. Itoh, T. Kimizuka, and T. Tonegawa, "Degradation Mechanism for Low Voltage Cathodoluminescence of Sulfide Phosphors," *J. Electrochem. Soc.*, 136(6), 1819-1823 (1989).
- S. Itoh, H. Toki, Y. Sato, K. Morimoto, and T. Kishino, "The ZnGa₂O₄ Phosphor for Low-Voltage Blue Cathodoluminescence," *J. Electrochem. Soc.*, 138(5), 1509-1512 (1991).
- I.A. Hsieh, K.T. Chu, C.F. Yu, and M.S. Feng, "Cathodoluminescent Characteristics of ZnGa₂O₄ Phosphor Grown by Radio Frequency Magnetron Sputtering," *J. Appl. Phys.*, 76(6), 3735-3739 (1994).
- W. Jia, H. Liu, S. Huang, X. Wu, L. Lu, and W.M. Yen, "Photoluminescence of Mn²⁺-Doped ZnGa₂O₄ Single-Crystal Fibers," *J. Electrochem. Soc.*, 142(5), 1637-1640 (1995).
- L.E. Shea, R.K. Datta, and J.J. Brown, "Photoluminescence of Mn²⁺-Activated ZnGa₂O₄," *J. Electrochem. Soc.*, 141(7), 1950-1954 (1995).
- M. Liu, A.H. Kitai, and P. Mascher, "Point Defects and Luminescence Centres in Zinc Oxide and Zinc Oxide Doped with Manganese," *J. Lumi.*, 54, 35-42 (1992).
- L. Ozawa, "Determination of Self-Concentration Quenching Mechanisms of Rare Earth Luminescence from Intensity Measurements on Powdered Phosphor Screens," *J. Electrochem. Soc.*, 126(1), 106-109 (1979).
- L. Ozawa, H. Forest, P.M. Jaffe, and G. Ban, "The Effect of Exciting Wavelength on Optimum Activator Concentration," *J. Electrochem. Soc.*, 118(3), 482-486 (1971).