# ZrO<sub>2</sub> 첨가에 따른 Pb(Mg<sub>1/3</sub>Ta<sub>2/3</sub>)O<sub>3</sub>-PbTiO<sub>3</sub> 고용체의 강유전 특성 연구

김강배

목원대학교 정보통신학과, 대전 302-318

(2008년 7월 2일 받음, 2008년 7월 15일 수정, 2008년 7월 16일 확정)

세라믹 강유전체 0.65Pb(Mg1/3Ta2/3)O3-0.35PbTiO3 고용체에 ZrO2를 첨가하여 유전 및 초전 특성을 관찰하였다. 유전상수, 유전손실 및 초전계수의 측정온도는 상온에서 250 °C사이에서 측정되었다. 유전상수와 초전계수는 0.2 mol%ZrO2 첨가에서 최대값을 얻었다. ZrO2의 첨가량이 증가할수록 각 시료의 유전상수와 초전계수의 최대값은 낮은 온도로 이동하였고, 최대유 전상수의 퍼짐현상은 증가하였다.

주제어 : 조성상경계, 페로브스카이트, 완화형 강유전체, 공간전하분극

## I.서 론

세라믹 강유전성 고용체인 Pb(B1B2)O3는 1950년 후반 Smolenskii등이 연구 발표한 이후 지금까지 많은 연구와 산업응용이 이루어지고 있다.[1]. Pb(B1B2)O3는 ABO3의 구 조를 가진 복합 페로브스카이트 구조로서 B자리에는 B1, B2 양이온 원자를 체심에 위치시키는 구조이다. 이들 복합 페로브스카이트 강유전체는 B-자리의 균일하지 않은 조성 때문에 완화형 강유전체(relaxor ferroelectrics)라는 특성 을 나타낸다.[2] 그것은 다음과 같다. 1) 유전상수가 다른 재료에 비하여 크고 최대값이 상전이 온도에서 피크 형태 가 아닌 완만한 분포로 나타난다. 2) 유전상수와 유전손실 이 주파수에 따라 변하는데, 주파수 증가에 따라 유전상수 가 감소하고 유전손실이 증가하는 특성을 나타낸다. 3) 상 당히 큰 자발분극을 갖는다. 이러한 특성 때문에 산업에서 축전기, 전기역학적 구동자 및 센서 등에 응용되고 있다. 본 논문은 Bokov등에 의해 처음 합성되어 연구 발표한 Pb(Mg<sub>1/3</sub>Ta<sub>2/3</sub>)O<sub>3</sub>-PMT[3,4]를 PbTiO<sub>3</sub>-PT[5] 와 합성할 때 ZrO2를 추가로 과잉 첨가하여 강유전 특성을 연구한 것 이다. PMT는 1 kHz에서 유전상수의 최대값이 -98 ℃ 이 고, PbTiO₃ 는 490 ℃에서 유전상수가 최대값이 되고 있 다. PMT는 PT가 29-35 mol%에서 능면정계(rhombohedral) 과 정방정계(tetragonal) 사이에서 조성 상경계(morhpotropic phase boundary)를 형성한다는 연구 보고가 있다[6]. 강 유전 고용체는 대체로 조성상경계에서 유전, 초전 및 압전 특성이 가장 우수하기 때문에 본 논문에서는 조성 상경계 에 있는 0.65PMT-0.35PT를 선택하였다. 첨가물질로서 ZrO<sub>2</sub> 를 선택한 것은 강유전 고용체중 PbTiO<sub>3</sub>에 Zr이 들 어간 PZT[7]가 많은 연구에서 우수한 유전, 초전 특성이 갖는다는 것이 보고되었기 때문에 Zr를 첨가함에 따라 PMT-PT의 강유전 특성을 향상시킬 물질로서 선택되었다. 또한, Zr의 첨가량이 증가함에 따라 나타나는 확산도의 증 가에 대하여도 고찰하여 보았다.

#### Ⅱ. 실험방법

페로브스카이트 구조의 강유전 세라믹을 제조하기 위해 서 대부분 쓰는 방법은 Columbite precursor 방법[8] 이 다. 이 방법은 MgO 와 Ta<sub>2</sub>O<sub>5</sub>를 우선 방응을 시켜 MgTa<sub>2</sub>O<sub>6</sub> 를 제조한 후, PbCO<sub>3</sub>, TiO, ZrO<sub>2</sub> 를 혼합시키는 방법이다. 본 논문에서는 ZrO<sub>2</sub> 의 첨가량에 따른 전기적 특성을 보기 위한 것이므로 ZrO<sub>2</sub> 의 첨가량을 몰비에 따라 다르게 하였 다. 위의 혼합 재료중 PbCO<sub>3</sub> 는 다른 재료에 비하여 끊는 점이 낮기 때문에 5 %의 과잉 첨가를 하였다. 혼합재료의 분말은 에테르와 섞어 10 시간의 ball-milling 과정에 들

<sup>\* [</sup>전자우편] kimgangbae@hanmail.net

어간 후, 24 시간동안 건조과정이 실행 하였다. 건조가 끝 난 분말은 850 ℃ 에서 4시간 동안 가소결 되고, 가소결이 끝난 후에는 binder인 polyvinyl(PVA)와 혼합 시켜 성형 을 만든 후 1300 ℃에서 4 시간의 소결을 하였다. 소결이 끝난 시료는 표면이 거칠고 두껍기 때문에 SiC grinding paper로 시료의 양면을 polishing 하였다. 은전극을 표면 에 바른 후 500 ℃에서 1 시간동안 열처리 하였다. 완성된 시료는 상구조 관찰을 위하여 XRD 를 찍고, 유전특성 관찰 을 위하여 유전상수, 유전손실을 Impedence Analyzer (HP4192A)를 이용하여 1분당 4 ℃로 온도를 상승시키면서 측정하였다. 초전계수 측정은 Byer-Roundy 방법[9]으로 1분당 4 ℃ 온도를 상승시키면서 측정하였다.

## Ⅲ. 실험결과 및 고찰

그림 1은 1300 ℃에서 4 시간 동안 소결하여 얻은 시료 의 XRD 그림이다. 시료는 고온에서 소결되기 때문에 파이 로클로르 (220) 상과 페로브스카이트 (110) 상이 같이 나타 날 수 있다. 파이로클로르 상(220)은 AB<sub>2</sub>O<sub>6</sub> 또는 A<sub>2</sub>B<sub>2</sub>O<sub>7</sub>의 형태로서 Pb의 휘발에 의해 형성되어 유전, 초전 특성의 성능을 저해할 수 있다. 따라서, 파이로클로르 (220) 상은 억제되고 페로브스카이트 (110) 상은 클 것이 요구된다. 그 림 1에서는 1300 ℃에서 4시간동안 소결된 모든 시료에서 페로브스카이트 구조가 잘 형성되어 있음을 보여주고 있다. 그림 2는 PMT-PT에 ZrO<sub>2</sub> 가 첨가됨에 따라 온도에 따 른 유전상수의 값을 나타낸 것이다. 그림에서 0.2 mol%의



Fig. 1 X-ray diffraction patterns of the samples. (a) 0.0 mol%ZrO<sub>2</sub>, (b) 0.2 mol%ZrO<sub>2</sub>, (c) 0.6 mol%ZrO<sub>2</sub> sintered at 1300 ℃.



Fig. 2 Dielectric constant vs. temperature behavior at 1 kHz.



Fig. 3 Temperature dependence of dielectric constant and dissipation factor at various frequencies for 0.2 mol%ZrO<sub>2</sub>.

ZrO<sub>2</sub> 가 첨가된 경우에 유전상수의 최대값이 가장 큰 것으 로 나타났다. 또한, ZrO<sub>2</sub> 의 첨가량이 증가함에 따라 유전 상수의 최대값이 저온으로 이동하고 있는 것도 알 수 있다. 그림에서 0.2 mol% 보다 많은 ZrO<sub>2</sub> 의 첨가 경우에는 유 전상수의 최대값은 감소 하지만, 최대값이 더 넓은 범위에 서 분포하여 최대유전상수의 퍼짐현상을 증가하고 있음을 볼 수 있다.

그림 3은 시료 중에서 유전상수 최대값이 가장 큰 시료( 0.2 mol% ZrO<sub>2</sub>)의 주파수에 따른 유전상수와 유전손실을 온도에 따라 나타낸 것이다. 이 그림에서 유전상수가 주파 수 증가에 따라 감소한다. 유전상수 최대값은 피크 형태가 아니고 완만한 모양인 것을 볼 수 있다. 그리고 유전손실은 주파수 증가에 따라 증가하는 모습이다. 이러한 모습은



Fig. 4 Pyroelectric coefficient vs. temperature behavior.

PMT-PT에 ZrO2 가 첨가된 경우에도 완화형 강유전 특성 이 잘 나타나고 있음을 나타낸다. Pb(B1B2)O3가 완화형 강 유전체 특성을 나타내는 이유는 아직 명확히 규명되지 않 았지만, 그 원인으로 ABO3의 페르브스카이트 구조를 갖는 완화형 강유전체의 B 자리 양이온들의 불균일한 분포 때문 으로 본다[10]. 이러한 불균일한 분포는 상전이 온도에서 분극이 일시에 파괴되는 것을 방해한다. 첨가된 원자가 B 자리에 들어갔다는 실험 결과는 없지만, 원자가와 이온반 경으로 B 자리에 들어 갈을 것으로 예상할 수 있다. A 자리 에 원자인 Pb<sup>2+</sup>의 이온반경은 0.118 nm이고, B 자리의 원 자의 이온반경은 Ti<sup>4+</sup>는 0.064 nm, Ta<sup>5+</sup>는 0.064 nm, 그 리고 Mg<sup>2+</sup>는 0.072 nm 이다[11]. 여기서 Zr<sup>4+</sup>의 이온 반경 은 0.079 nm 로서 B 자리에 들어갈 가능성이 더 크다는 것 을 알 수 있다. 첨가 물질 Zr 원자가 B 자리의 조성불균일 성을 증가시켜 상전이 온도에서 분극의 일시적 파괴를 방 해한 것으로 생각할 수 있다. 따라서 이러한 원인 때문에 ZrO2 가 첨가됨에 따라 완화형 유전 특성이 증가했다고 볼 수 있다.

그림 4는 초전계수의 값을 ZrO<sub>2</sub> 의 첨가량에 따라 온도 의 함수로 나타낸 것이다. 여기서도 0.2 mol% 의 ZrO<sub>2</sub> 첨 가할 때 가장 큰 초전계수를 갖는 것을 보인다. 초전계수는 상전이 온도에서 최대값을 보인 후에 온도 증가에 따라 급 격하게 감소한다. 그러나 100 ℃ 이상에서도 초전계수의 값이 작지만 존재하고 있다. 이러한 원인은 공간전하분극 때문으로 생각된다.[12] 불순물이나 과잉 첨가물로 인해 생 긴 공간전하(space charge)가 결정입자(grain)나 분역 (domain)에 공간전하분극(space charge polarization)을



Fig. 5 Dielectirc and pyroelectric peak temperature. (a) dielectric peak temperatrue, and (b) pyroelectric peak temperature.

만들고 이 공간전하분극은 상전이 온도 이상의 상당히 높 은 온도에서도 잘 소멸되지 않는다. 상전이 온도 이상에서 소멸되지 않는 공간전하분극은 자발분극의 소멸에도 일부 영향을 줄 수도 있을 것이다. 앞의 결과에서도 ZrO<sub>2</sub> 의 첨 가량이 증가함에 따라 최대값의 분포가 더 넓어진 것을 확 인 할 수 있는데, 과잉의 ZrO<sub>2</sub> 의 첨가량은 입자계에 B-자 리 불균일성도 증가시키지만, 불순물의 농도도 증가시켜 공간전하를 증가 시키는 결과를 가져왔을 것이다. 정확한 원인에 대해서는 연구가 더 진행되어야 할 것으로 생각한다. 그림 6은 유전상수와 초전계수의 최대값을 온도에 따라 나타낸 것이다. 유전상수와 초전계수의 최대값의 온도차이 가 ZrO<sub>2</sub> 첨가량이 증가함에 따라 커짐을 알 수 있다.

#### IV. 결 론

0.65PMT-0.35PT에 ZrO<sub>2</sub> 를 첨가함에 따라 XRD, 유 전, 및 초전 특성을 관찰 하였다. 시료관측 결과 1300℃에 서 4 시간 동안 소결하여 안정된 페로브스카이트 상을 형 성하였다. ZrO<sub>2</sub> 의 첨가량이 0.2 mol% 인 경우에 유전, 초 전계수의 최대값이 가장 컸으며 0.3 mol% 이상의 ZrO<sub>2</sub> 첨 가 시에는 감소하였다. 유전, 초전계수의 최대값은 첨가량 이 증가함에 따라 저온으로 이동하였다. 시료는 주파수 증 가에 따라 유전상수는 감소하고 유전손실은 증가하였고, 최대값은 넓은 온도에 퍼지는 전형적이 완화형 강유전체 특성이 나타났다.

#### 참고문헌

- G. A. Smolenskii and A. I. Agranovskaya, Sov. Phys.-Tech. Phys. 3, 1380 (1958).
- [2] Y. J. Kim, J. Kor. Vac. Soc. 17, 148 (2008).
- [3] V. A. Bokov, and E. I. Myl'nikova, Sov. Phys. Solid State 2, 2428 (61).
- [4] Y. J. Kim and J. H. Lee, J. Kor. Vac. Soc. 17, 129 (2008).
- [5] G. Shirance, S. Hoshino and K. Suzuki, Phys. Rev. 80, 1105 (1945).
- [6] S. W. Choi, and J. M. Jung, J. Koreans Phys. Soc. 29, S672 (1996).

- [7] B. Jaffe, W. R. Cook and H. Jaffe, *Piezoelectric Ceramics* (London, academic, 1971).
- [8] S. L. Swartz and T. R. Shrout, Mat. Res. Bull. 17, 1245 (1982).
- [9] R. L. Byer and C. R. Roundy, Ferroelectrics 3, 333 (1972).
- [10] J. Chen, A. Gorton, H. M. Chan, and M. P. Harmer, J. Am, Ceram. Soc. 69[5], C305 (1986).
- [11] R. D. Shannon and C. T. Prewitt, Acta Crystallogr. B26, 1046 (1970).
- [12] Sangdon Bu, Dukhyun Chun and Gwangseo Park,J. Koreans Phys. Soc. 31, 223 (1997).

# The study of ferroelectric properties for Pb(Mg<sub>1/3</sub>Ta<sub>2/3</sub>)O<sub>3</sub>-PbTiO<sub>3</sub> solid solution modified with ZrO<sub>2</sub>

#### B. G. Kim

Dept. of Information and Communication Engineering, Mokwon University, Daejeon 302-318

(Received July 2, 2008, Revised July 15, 2008, Accepted July 16, 2008)

The 0.65Pb(Mg<sub>1/3</sub>Ta<sub>2/3</sub>)O<sub>3</sub>-0.35PbTiO<sub>3</sub> (PMT-PT)ceramics were near morphotropic phase boundary. The dielectric constant, the loss, and pyroelectric coefficient of the ceramics were measured as a function of temperature (25 °C ~ 250 °C). The dielectric constant, the loss, and the pyroelectric coefficient could be improved with the addition of small amounts of ZrO<sub>2</sub> up to 0.2 mol%. The dielectric and pyroelectric peak temperature are slightly shifted to lower temperatures with the addition of amount of ZrO<sub>2</sub>.

Keywords : morphotropic phase boundary, perovskite structure, relaxor ferroelectric, space charge polarization

\* [E-mail] kimgangbae@hanmail.net