Technical Paper

DOI: https://doi.org/10.6108/KSPE.2020.24.4.066

알루미늄 함량에 따른 추진제 노화 특성

정재윤^a · 박정호^{a,*}

Propellant Aging Characteristics According to Aluminum Contents

Jae-Yun Jeong^a · Jung-Ho Park^{a,*}

^a Propulsion Center, Hanwha Coporation Daejeon Plant, Korea *Corresponding author. E-mail: windjesus@hanwha.com

ABSTRACT

In this report, the post-curing and chemical aging ratio of propellants are described according to several aluminum contents. Under the same curing conditions, it was confirmed that the post-curing period of propellant having the aluminum content of 18 wt% was longer than the propellant having the 2 wt% of aluminum. On the other hand, in the chemical aging ratio analysis including post-curing, the propellant having the 18 wt% of aluminum was confirmed that the chemical aging proceeds slowly compared to the propellant having an aluminum content of 2 wt%.

초 록

본 논문은 알루미늄 함량 변화에 따른 추진제의 후경화에 대한 영향성, 화학적 노화도에 관하여 기술하였다. 동일 경화조건에서 알루미늄 함량이 18 wt%인 추진제가 2 wt%인 추진제 대비 후경화 기간이 길어지는 것으로 확인하였다. 반면 후경화가 포함된 화학적 노화도 분석에서는 알루미늄 함량이 18 wt%인 추진제가 2 wt%인 추진제 대비 화학적 노화가 천천히 진행되는 것을 확인하였다.

Key Words: Post-curing(후경화), Chemical Aging Ratio(화학적 노화도), Aluminum(알루미늄)

1. 서 론

열경화성 고체추진제(Thermosetting propellant) 는 바인더, 산화제, 금속연료 및 첨가제로 구성 되어 있으며, 추진기관에 주로 적용되는 추진제 중 하나이다.

[이 논문은 한국추진공학회 2019년도 추계학술대회(2019.11.27-29, 해운대 그랜드호텔) 발표논문을 심사하여 수정·보완한 것임.]

본 연구에 사용된 추진제 조성은 바인더로 HTPB(Hydroxy-terminated polybutadiene)가 사 용되었고 산화제는 큰입자(190~200 µm)와 작은 입자(5~7 µm)가 적정한 비율로 혼합된 과염소산 암모늄(Ammonium perchlorate; AP)이 금속연료 로는 7~10 µm의 알루미늄(Aluminum, Al) 입자 가 사용되었다. 특히 알루미늄은 고체추진제의 비추력(Specific impulse)을 높이기 위해 사용되 는 가장 범용적인 원료이기 때문에 알루미늄 함 량에 따른 추진제 성능에 관한 연구는 많이 진 행되고 있지만, 알루미늄이 추진제 노화에 미치

Received 3 December 2019 / Revised 13 May 2020 / Accepted 18 May 2020 Copyright © The Korean Society of Propulsion Engineers pISSN 1226-6027 / eISSN 2288-4548

	Al-2wt%	Al-18wt%
HTPB/IPDI/additive	13	13
AP	85	69
Al	2.0	18.0

Table 1. Propellant composition(wt%).

는 영향에 대한 연구는 많이 진행되지 않았다 [1]. 본 연구에서는 알루미늄 함량에 따라 추진 제의 후경화 및 노화에 미치는 영향을 분석하기 위해 알루미늄 함량이 서로 다른 2가지 추진제 조성을 설계/제작하였고 추진제의 기계적 물성 의 노화 평가를 JANNAF 시편을 1년간 가속노 화 시키면서 측정하였다[2]. 본 연구에서는 알루 미늄이 2 wt% 함유된 추진제와 18 wt% 함유된 추진제의 화학적 노화도(Chemical aging ration) 를 분석하였으며, 연구에 사용된 조성은 Table 1 에 나타내었다. 사용된 추진제 조성은 과염소산 암모늄/알루미늄 함량 외 모든 변수를 동일하게 적용하였다. 추진제의 화학적 노화는 Layton 및 Arrhenius 식을 적용하였다[3].

2. 추진제 시편제작 및 시험

2.1 추진제 시편 제작 및 가속노화 시험

연구에 사용된 추진제는 약 30개의 박스 (4x13x25 cm)에 충전한 후 60℃에서 72 hr 경화 시켰다. 각 추진제의 초기 기계적 물성은 JANNAF 시편을 만들어 크로스헤드 속도 50 mm/min으로 분석을 수행하였으며[4], 가속노화 시편은 알루미늄이 코팅된 포장지에 포장하여 +20℃/+40℃/+50℃/+60℃에 약 1년(52주)간 저 장하였고, 일정 시간별로 인장시험을 수행하였 다. JANNAF 시편은 Fig. 1에 나타내었다.

3. 화학적 노화도 분석

3.1 후경화를 고려하지 않은 *k*-factor 분석 추진제의 노화도를 분석하기 위해서, 가속노화



Fig. 1 JANNAF specimen for tensile test (unit : mm)[5].

시험을 수행하였으며 가속노화온도는 +20℃/+40℃ /+50℃/+60℃ 가속노화기간은 1년(52주)을 수행 하였다.

화학적 노화도 예측모델은 Arrhenius식을 사 용해 온도의 영향성을 분석하였으며, Layton 식 을 통해 시간의 영향성을 확인하였다[6].

$$\eta(T,t) = P/P_0 \tag{1}$$
$$= 1 \pm A/P_0 \exp(-E_\alpha/RT)\log(t/t_0)$$

P는 노화 온도 T, 노화기간 t에서 노화된 기 계적 물성이며, P₀는 노화시간이 t₀인 초기 기계 적 물성 값이다. A, E_a, R, T는 각각 Arrhenius 식의 빈도계수, 노화 활성화 에너지, 기체상수, 절대온도이다.

Al-2wt% 추진제와 Al-18wt% 추진제의 가속 노화기간 및 가속온도에 따른 추진제의 모듈러 스 *E*_o, 인장강도 *S*_m, 신율 *E*_m 결과를 Fig. 2에 나타내었다. Eq. 1은 Eq. 2와 같이 표현이 가능 하며 Eq. 2를 활용하여 각 물성값의 *k*-factor를 계산할 수 있다. Fig. 2에 나타낸 노화 시간, 온 도에 따른 물성변화와 Eq. 2를 활용하여 *k*-factor 를 계산하였다.

$$P = P_0 \pm A \exp(-E_\alpha/RT) \log(t/t_0)$$

$$k = A \exp(-E_\alpha/RT)$$
(2)

Al-2wt% 추진제의 모듈러스, 인장강도의 노화 시간 및 온도에 따른 경향은 여러 문헌[7,8]에 나타난 결과와 같이 온도가 높을수록 가속노화 시간이 길수록 증가하는 경향을 나타내었다. 신 율데이터의 경우 앞선 모듈러스, 인장강도와 같





a) Al-2wt%/ $E_{o'}$ b) Al-18wt%/ $E_{o'}$ c) Al-2wt%/ $S_{m'}$ d) Al-18wt%/ $S_{m'}$

e) Al-2wt%/ $E_m\!\!\!\!/$ f) Al-18wt%/ $E_m\!\!\!\!/$

이 이론적인 변화와 실험데이터가 명확히 나타 나지는 않았지만 노화 시간 및 온도에 따라 감 소하는 경향을 확인하였다.

반면 Al-18wt% 결과에서는 모듈러스, 인장강 도의 온도에 따른 기계적 물성데이터는 감소하 다가 증가하는 경향을 나타내는데, 이는 후경화 에 의한 영향으로 판단된다. 후경화에 대한 분석 은 3.4절에 나타내었다.

3.2 후경화를 고려하지 않은 화학적 노화도 분석 각 물성별 온도별로 산출된 k-factor를 통해 계산한 노화 활성화 에너지(E_α)와 빈도 계수(A) 를 Eq. 1에 적용하여 화학적 노화도를 산출하였 다. 산출된 화학적 노화도는 Fig. 3에 나타내었 으며 산출된 화학적 노화도는 후경화가 포함된 결과이다. Fig. 3의 결과에서는 Al-2wt% 조성이 Al-18wt% 조성 대비 화학적 노화에 의한 물성 의 변화가 큰 것을 확인하였다. 10년을 기준으로 각 조성의 모듈러스, 인장강도, 신율의 화학적 노화도를 Table 2에 나타내었다. 노화 기간 10년 에 대해 화학적 노화도를 분석한 결과 Al-2wt% 조성이 Al-18wt% 조성에 비해 모듈러스는 0.10, 인장강도는 0.11 만큼 화학적 노화가 더 빠르게 발생하는 것으로 분석되었으며, 신율은 0.01만큼 더 빠르게 노화 되는 것을 확인하였다. 이는 후 경화의 영향이 포함된 화학적 노화도 분석이기 때문에 후경화에 의한 영향을 배제하고 분석이 수행되어야 한다. 후경화는 경화기간을 길게 적 용하는 등의 방법을 통해 최소화 할 수 있다.



Fig. 3 Chemical aging ratio of propellants with post curing.

Table 2. Chemical aging ratio of Propellants with post curing.

Composition	Al-2wt%		Al-18wt%	
Year	0	10	0	10
Chemical aging ratio of Modulus		1.34	1	1.24
Chemical aging ratio of Maximum Strength	1	1.31		1.20
Chemical aging ratio of Strain		0.93		0.94

3.3 후경화를 고려한 화학적 노화도 분석

본 연구에서 후경화 기간을 배제하기 위해 후 경화 기간을 그림 Fig. 4와 같이 기계적 물성 중 대표적 물성인 모듈러스(*E*₀)와 인장강도(*S*_m)의 변화를 바탕으로 분석하였다. 20℃ 데이터를 적 용하여 분석한 이유는 후경화가 가장 길게 나탈 날 것으로 예측되는 온도이기 때문이다. Fig. 4 에서 Al-2wt% 조성은 1주차에서 모듈러스가 감 소한 후 증가하는 추세를 나타내고 있으며 Al-18wt% 조성은 4주차까지 감소한 후 모듈러 스가 증가하는 것을 확인할 수 있다. 이러한 현 상은 인장강도의 변화에서도 유사하게 나타났다. 일반적으로 모듈러스 및 인장강도는 후경화 또 는 노화반응에 의해 초기물성값 대비 증가하는 것으로 알려져 있다. 본 연구에서 Al-2wt% 1주, Al-18wt% 4주까지 감소한 원인은 명확하게 설



Fig. 4 Propellant mechanical properties increase with post curing at 20°C a) modulus b) maximum strength[9].

명하기 어려운 내용으로 추가 분석 및 연구가 필요할 것으로 판단된다. 하지만 Al-2wt%는 1주 이후 모듈러스 및 인장강도가 정상적으로 상승 하고 있으며 Al-18wt%는 4주 이후 모듈러스 및 인장강도가 정상적으로 상승하고 있다. 문헌과 다르게 모듈러스 및 인장강도가 감소한 후 증가 하는 경향이지만 후경화 안정기를 선정하기 위 해 모듈러스 변화에 대한 기울기를 Fig. 5에 나 타내었다[9]. 노화는 주로 산화가교(Oxidative crosslinkig) 반응, 가수분해(Hydrolysis) 반응에 의한 고분자 사슬 절단 및 후경화(post cure)가 대표적이다[12]. 일반적으로 알려진 내용은 노화 초기 후경화에 의한 물성변화가 가장 크게 나타 나며 후경화가 안정기에 돌입한 이후부터는 물 성변화가 서서히 나타나는 것으로 알려져 있다. 따라서 본 연구에서는 후경화 안정기를 모듈러 스의 변화율이 가장 빠르게 0에 근접하는 시기 로 선정하였고 Al-2wt%는 4~10주차, Al-18wt% 는 10~20주차 사이에 후경화가 안정기에 돌입 한 것으로 판정하였다. 동일 바인더 시스템에서 후경화 기간에 차이가 발생한 원인은 알루미늄 입자의 경화반응응속도 촉진에서 기인한 현상으 로 보인다. 알루미늄 입자는 금속원료로서 전자 의 이동을 원활하게 하는 특징으로 인해 HTPB/ IPDI의 경화반응속도를 촉진한다[10]. 고분자는 경화반응속도에 의해 기계적 물성에 영향을 주 는데, 경화반응속도가 느릴수록 바인더의 유동성 이 상승 화학적 결합력이 높아지기 때문이다



Fig. 5 Gradients of propellant modulus increase with post curing at 20 $^\circ\!\mathrm{C}.$

[11]. 본 연구에 사용된 Al-2wt%와 Al-18wt% 추 진제의 점도 build-up 및 초기물성은 이전 연구 에서 확인하였다. 그 결과 점도 build-up은 Al-18wt%가 더 빠른 것을 확인하였고 기계적 물성 또한 Al-18wt% 조성이 Al-2wt% 조성 대비 안장강도는 약 6.5%, 모듈러스는 약 10% 감소하 는 결과를 확인하였다[10]. 이는 경화반응속도가 빠른 Al-18wt%는 반응기(-*OH/-NOC*)가 충분히 반응하기 전에 gel-time에 도달하여 바인더의 유 동성이 제한되어 미반응 반응기를 다수 발생시 켰고 그로인해 다수의 미반응 반응기들이 경화 후에 서서히 반응하며 후경화 기간이 길어진 것 으로 판단된다.

두 조성에 대해 후경화 기간을 기준 (Al-2wt%=4주차~, Al-18wt%=10주차~)으로 온 도별 노화 기울기인 k-factor를 Fig. 6에 나타내 었으며, 빈도 계수 A와 노화 활성화 에너지 E (cal/g-mol)을 Table 3에 나타내었다. 온도별 노 화 기울기인 k-factor를 분석한 결과 Al-2wt% 조 성이 Al-18wt% 조성보다 전체적으로 절편(빈도 계수)은 크게 나타났으며 기울기(노화 활성화 에 너지)에서는 큰 차이를 보이지 않는다. 절편과 기울기를 통해 계산된 빈도계수와 노화 활성화 에너지는 Table 3에 나타내었다. 모듈러스의 노 활성화 에너지는 Al-18wt%가 화 7236.5 cal/g-mol로 Al-2wt% 6715.8 cal/g-mol 보다 다 소 크게 나왔지만 빈도계수는 Al-2wt%가 Al-18wt%보다 162880.8 bar로 108524.1 bar 보다



Fig. 6 k-factor of propellants mechanical properties without post curing at differential temperature.

높은 값을 나타내었다. 모듈러스 외 인장강도와 신율에서는 빈도계수 및 노화 활성화 에너지가 Al-2wt%가 Al-18wt%보다 크게 나타났다. 모듈 러스, 인장강도, 신율의 빈도계수와 노화 활성화 에너지를 통해 후경화가 배제된 화학적 노화도 를 분석했을 때 Al-2wt%가 Al-1wt8%보다 더 빠 르게 화학적 노화가 발생하는 것을 확인하였다.

후경화가 배제된 화학적 노화도를 가시적으로 분석하기 위해 Fig. 7에 그래프로 나타내었다. Fig. 7에 나타난 바와 같이 Al-2wt%가 Al-18wt% 보다 모든 기계적 물성(모듈러스, 인장강도, 신 율)에서 시간에 따른 화학적 노화가 더 크게 나 타나는 것을 확인할 수 있다. 이는 후경화를 포 함한 노화도 분석에서도 동일하게 나타난 결과 이다. 두 조성의 성분을 보면 Al-2wt% 조성은 과염소산 암모늄(AP)이 85 wt%, 알루미늄(Al)이 2 wt%로 설계되었으며 Al-18wt%는 과염소산 암모늄(AP)이 66 wt%, 알루미늄(Al)이 18 wt% 로 설계되었다. 이하 기타 바인더 및 첨가제는 동일함량으로 설계하였다. 두 조성의 설계를 기 반으로 후경화를 배제한 화학적 노화도의 차이 를 분석하면 과염소산 암모늄이 알루미늄보다 화학적 노화에 기여도가 큰 것으로 판단된다. 이 는 고체추진제의 화학적 노화 중 하나인 산화가 교 반응으로 인해 나타난 차이로 보인다. 고체추 진제는 바인더인 폴리우레탄 사슬 중 C=C 결합 에서 양성자 전이에 의해 가교결합 밀도(Crosslink



Fig. 7 Chemical aging ratio of propellants without post curing.

density)가 낮아지는데, *C*=*C* 결합의 양성자 전 이는 과염소산 암모늄이 분해되며 생성되는 과염 소산(*HClO*₄)에 의해 촉진된다[13]. 따라서 Al-2wt% 조성이 Al-18wt% 조성보다 더 많은 과염소산 암모늄을 포함하고 있어 화학적 노화가 더 빠르 게 진행된 것으로 판단된다.

후경화를 포함한 화학적 노화도화 후경화를 포함하지 않은 화학적 노화도의 비교 결과를 Table 4에 나타내었다. Table 4는 10년을 기준으 로 나타내었다. 두 조성 모두에서 후경화가 포함 된 화학적 노화도 대비 후경화가 포함되지 않은 화학적 노화도가 모듈러스와 인장강도에서는 작 아지는 것을 신율은 유사한 수준임을 확인하였 다. 또한 후경화 영향에 구분되지 않고 Al-2wt% 와 Al-18wt%의 화학적 노화도 차이는 유사하게 나타났다. 이는 후경화에 의한 두 조성의 화학적 노화 차이는 크지 않은 것을 의미한다.

Table 3. k-factor of propellants.

		A	E_{α} (cal/g-mol)
E _o	Al-2wt%	162880.8	6715.8
	Al-18wt%	108524.1	7236.5
S_m	Al-2wt%	107.4	3331.6
	Al-18wt%	10.8	2890.6
E_m	Al-2wt%	98694.0	7195.88
	Al-18wt%	1222.0	5110.8

Table 4. Comparison of chemical aging ratio of Propellants with and without post curing at 10 years.

Composition	Al-2wt%		Al-18wt%	
with post curing	0	X	0	Х
Chemical aging ratio of Modulus	1.34	1.20	1.24	1.07
Chemical aging ratio of Maximum Strength	1.31	1.18	1.20	1.08
Chemical aging ratio of Strain	0.93	0.92	0.94	0.96

4. 결 론

본 연구에서는 알루미늄 함량을 2 wt%, 18 wt%를 첨가한 추진제(HTPB/AP/Al) 조성에 관 하여 화학적 노화도를 분석하였다. 알루미늄 함 량이 18 wt%인 Al-18wt% 조성은 Al-2wt% 조성 보다 후경화가 오랜 시간 진행되었다. 이는 알루 미늄 입자에 의해 경화반응속도가 촉진되어 충 분한 화학적 결합(우레탄 결합)을 이루기 전에 gel-time에 도달함으로써 바인더의 유동성이 제 한되어 미반응 반응기가 많이 남아 발생한 현상 으로 판단된다. 반면 화학적 노화 측면에서는 알 루미늄 입자보다는 과염소산 암모늄 입자의 영 향이 더 큰 것으로 판단하였다. 이는, 과염소산 암모늄이 분해되며 발생되는 과염소산이 폴리우 레탄 사슬 중 C=C 결합의 양성자 전이를 촉진 하며 가교결합 밀도를 낮추기 때문에 화학적 노 화도가 촉진된 것으로 판단된다.

References

- Yim. Y.J., "Performance Prediction of Aluminized High Energy Propellant," 5th KSPE Spring Conference, pp. 121-127, May 1996.
- Myers, G.E., "Chemical Structural Aging Effects.," AFRPL-AD-A000538, 1974.
- Cost, T.L., "Probabilistic service life prediction of missile structures subjected to random thermal loads," 18th AEROSPACE SCIENCES MEETING, Pasadena, California, U.S.A., AIAA-80-0406, pp. 14-15, Jan. 1980.
- Park, S.J., Choi, S.H., Won, J.U., Park, J.H. and Park, E.Y., "Solid Propellants for Propulsion System Including A Yellow Iron Oxide," 48th KSPE Spring Conference, Jeju, Korea, pp. 498-503, May 2017.
- Yim, Y.J., Park, E.J., Kwon, T.H. and Choi, S.H., "Effect of AP Particle Size on the Physical Properties of HTPB/AP Propellant," *The Korean Society of Propulsion Engineers,*

Vol. 20, No. 1, pp. 14-19, 2016.

- Layton, L.H., "Chemical Structural Aging Effects," Thiokol-AD-A002836, 1974.
- Yang, X., Sun, C., Zhang, J. and Xu, J., "Mechanical Properties Experimental Investigation of HTPB Propellant after Thermal Accelerated Aging," 5th International Conference on Computer-Aided Design, Busan, South Korea, AIP Proc. 1834-030013, Apr. 2017.
- Park, J.H., Ryu, N.S., Park, J.B. and Jung, G.D., "Natural Aging Properties Analysis of HTPB Propellant," *Journal of the Korean Society of Propulsion Engineers*, Vol. 23, No. 1, pp. 9-14, 2019.
- Jung. G.D., Park, J.B., and Kim, S.H., "Study on the Experimental Aging Estimation Technique for HTPB based Solid Propellant Considering Post Curing Effect," *Journal of the Korean Society of Propulsion Engineers*, Vol. 22, No. 3, pp. 51-57, 2019.
- Jeong, J.Y. and Choi, S.H., "Propellant Characteristics used for a Rocket-Assisted Projectile with Aluminium Contents," *Journal of the Korean Society of Propulsion Engineers*, Vol. 23, No. 5, pp. 60-66, 2019.
- Kim, S.R., Kim, Y.G. and Lee, J.D., "A Study on The Improvement of Construction Defect of Aftercuring Polyurea Coating Film for Waterproof and Anti-Corrosion," *Journal of the Architectural Institute of Korea Structure & Construction*, Vol. 30, No. 11, pp. 45-52, 2014.
- Adel, W.M., "Service life prediction of AP/Al/HTPB solid rocket propellant with consideration of softening aging behavior," *Chinese Journal of Aeronautics*, Vol. 32, No. 2, pp. 361-368, 2019.
- Hocaoglu, O., Ozbelge, T. and Pekel, F., "Aging of HTPB/AP-Based Composite Solid Propellants, Depending on the NCO/OH and Triol/Diol Ratios," *Journal of Applied Polymer Science*, Vol. 79, pp. 959-964, 2001.