

## 2상 스테인리스강의 용접 응고균열 감수성에 미치는 N 및 Mo의 영향

### Effect of Nitrogen and Molybdenum on Weld Solidification Crack Susceptibility in Duplex Stainless Steel

산업과학기술연구소 이 종봉\*, 안 상곤, 한 재광

#### 1. 서 론

내식성을 저하시키지 않고 용접 응고균열 감수성만이 낮은 2상 스테인리스강 (STS)의 개발을 위해, SUS329J2L의 조성을 기본 성분계로 하고 N 및 Mo함유량을 변화시킨 재료에 대하여 응고균열 감수성 및 내식성에 대한 검토를 행했다.

#### 2. 실험방법

사용한 재료는 진공용해후 단조, 압연하여 제조한 두께 3mm의 시험재 11종과 시판의 2상 STS 모재로서, 이들의 화학조성 및 용접후 상온에서 잔류하는 Ferrite ( $\delta$ ) 량을 Table 1에 나타냈다.

응고균열 감수성의 평가에는 소형의 Trans-Varestraint 시험기를 이용했다. 부가 변형률은 2.0%로 하고, Bead 표면에 발생한 최대균열 길이 및 총균열 길이를 측정했다.

내식성은 공식전위의 측정으로 평가했으며, 시험용액은 0.5M NaCl 수용액으로서 용액온도는 353K로 했다.

#### 3. 실험결과

먼저 N함유량을 저감시켰을 때,  $\delta / \gamma$ 의 비가 거의 일정하도록 Ni함유량을 증가시킨 경우의 응고균열 감수성을 검토했다. Fig. 1은 이러한 Group II 재료의

Trans-Varestraint 시험후의 Bead 외관을 나타낸 것으로, 모든 시험편에서 응고균열만을 볼 수 있고 연성 저하균열은 발생하지 않았다. 또 N함유량의 저하와 함께 균열수의 감소뿐만 아니라 그 길이도 작아짐을 볼 수 있다. 동시에 균열 폭도 작아짐에 따라 균열의 형성에 필요한 최저 연성치도 높음을 알 수 있다. Fig. 2는 이러한 시험편 및 상Balance를 고려하지 않고 N함유량만을 변화시킨 Group I의 시험편에 대한 최대균열 길이 및 총균열 길이의 변화를 나타낸 것으로, N함유량의 감소에 따라 이들 균열 길이는 감소함을 알 수 있다.

저N화에 따른 내식성의 저하는 Mo함유량을 증가시켜 보완하고자 했다. 따라서 N함유량을 약 0.03%로 저감시킨 재료를 기준으로 Mo함유량을 증가시킨 Group III 시험재에 대해 먼저 응고균열 감수성을 조사했다. Fig. 3은 이들에 대한 Trans-Varestraint 시험후의 Bead 외관을 나타낸 것으로, 응고균열수, 길이 및 폭이 Mo함유량과 거의 무관하게 일정함을 볼 수 있다. Fig. 4는 이 시험편들의 최대균열 길이 및 총균열 길이를 정리한 것이다. 즉 이들은 Mo함유량이 약 4.5%까지는 거의 일정치를 보이지만, Mo함유량이 5.0%정도로 되면 조금 증가하는 경향을 보임을 알 수 있다. 따라서 저N재료에 있어서 약 4.5%까지의 Mo첨가는 응고균열 감수성에 거의 영향을 미치지 않는다고 판단된다.

한편 Fig. 5에 나타낸 바와 같이, N함유량을 약 0.03%로 일정하게 하고 Mo함유량을 증가시킨 재료의 용접금속에서는, Mo함유량의 증가와 함께 공식전위가 명확히 상승하고 있다. 또 사용한 범위의 N 및 Mo함유량에 대한 공식 전위는 Fig. 6에 나타낸 바와 같이 Pitting Index에 대하여 양호한 상관성을 가지고 있다.

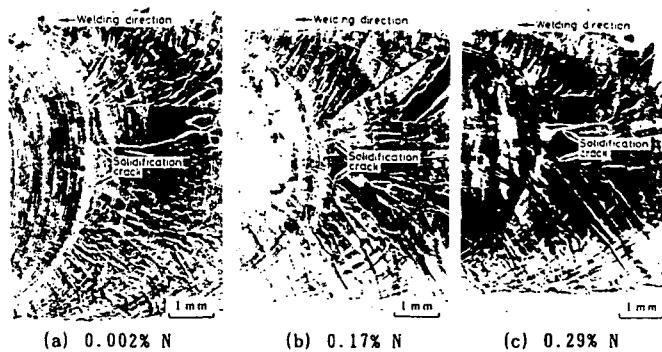
이상의 결과들로 부터 Mo은 내공식성의 향상에 극히 유효하고, 또 저N재라도 Mo함유량을 약 4.5~5.0%로 증가시킴으로써, 시판의 2상 STS의 용접금속과 동일한 정도의 내식성을 갖도록 하는것이 가능함을 알았다. 즉 내식성의 저하없이 응고균열 감수성도 낮은 2상 STS는, N함유량을 약 0.03%로 저감시킴과 동시에 약 4.0~4.5%의 Mo을 첨가시킴으로써 가능하다고 판단된다.

**Table 1** Chemical compositions and ferrite contents of tentative and commercial duplex stainless steels used

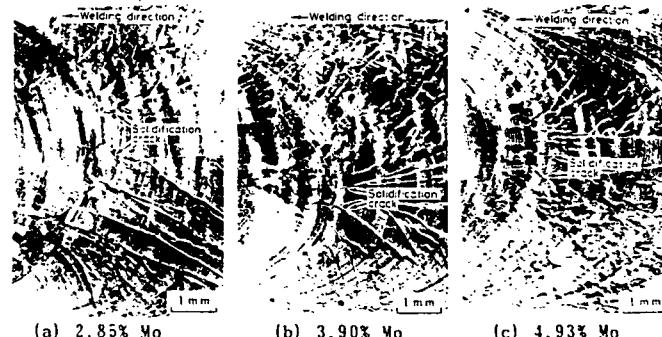
Tentative material												
Group.	Mark	Chemical composition (wt.%)									Ferrite* (%)	
		C	Si	Mn	P	S	Cr	Ni	Mo	O		
I	VA1	0.003	0.48	1.53	0.022	0.001	22.07	5.47	2.93	0.009	0.002	100
	VA2	0.002	0.47	1.54	0.022	0.002	22.32	5.54	3.07	0.011	0.03	100
	VA3	0.005	0.47	1.53	0.021	0.002	22.32	5.49	2.98	0.011	0.14	78
II	VB1	0.018	0.55	1.23	0.025	0.002	23.97	10.35	3.04	0.014	0.002	89
	VB2	0.020	0.53	1.22	0.019	0.002	23.75	9.01	2.85	0.011	0.03	88
	VB3	0.020	0.53	1.18	0.020	0.001	24.03	5.75	2.84	0.011	0.17	84
	VB4	0.023	0.53	1.22	0.019	0.002	24.05	1.22	2.78	0.009	0.29	86
III	VC1	0.019	0.52	1.23	0.021	0.001	23.84	9.26	3.51	0.012	0.029	89
	VC2	0.023	0.54	1.18	0.020	0.001	23.89	9.09	3.90	0.014	0.031	92
	VC3	0.021	0.50	1.20	0.019	0.003	23.48	8.93	4.30	0.011	0.027	94
	VC4	0.019	0.56	1.25	0.019	0.003	24.23	9.22	4.93	0.015	0.029	97

I : 22Cr-5.5Ni-3Mo-N. II : 24Cr-Ni-3Mo-N. III : 24Cr-9Ni-Mo-0.03N

Commercial material											
SUS329J2L(A)	0.011	0.65	0.87	0.026	0.001	24.95	7.28	3.23	Cu:0.49 W:0.032	0.13	75



**Fig.1** Typical appearance of cracks on surface of Group II material after Trans-Varestraint test



**Fig.3** Typical appearance of cracks on surface of Group III material after Trans-Varestraint test

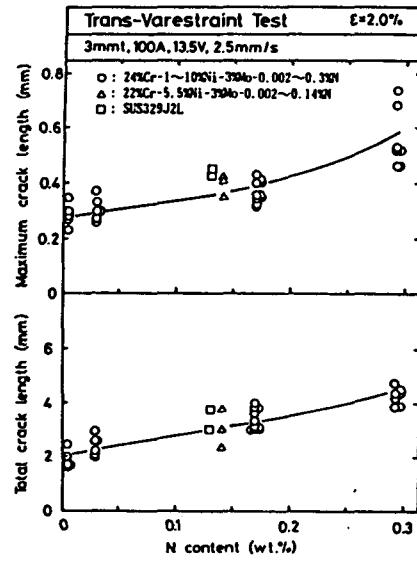


Fig.2 Effect of N content on maximum and total crack lengths

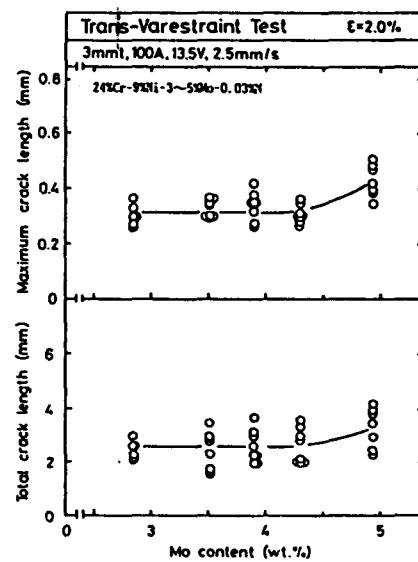


Fig.4 Effect of Mo content on maximum and total crack lengths

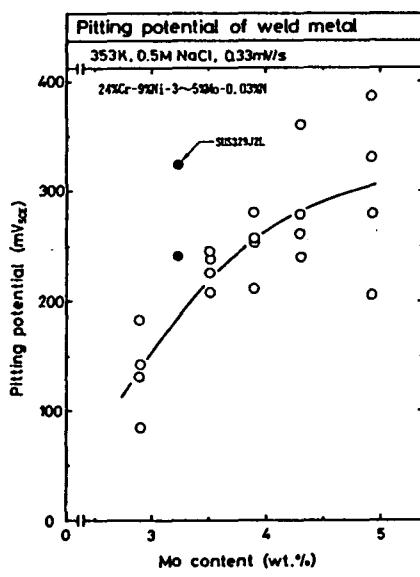


Fig.5 Effect of Mo content on pitting potential

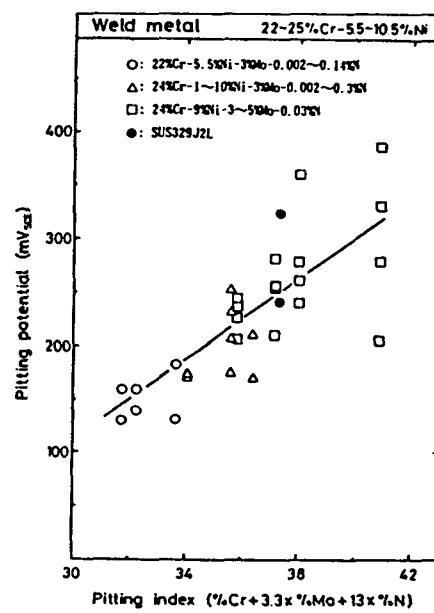


Fig.6 Relation between Pitting Index and pitting potential for tentative weld metals